## Тепловые колебания и структура квазидвумерных кристаллов $R_2CuO_4$ (R = La, Pr, Nd, Sm, Eu и Gd)

© Е.И. Головенчиц, В.А. Санина, А.А. Левин\*,\*\*, Ю.Ф. Шепелев\*, Ю.И. Смолин\*

Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе Российской академии наук, 194021 Санкт-Петербург, Россия \*Институт химии силикатов им. И.В. Гребенщикова Российской академии наук, 199155 Санкт-Петербург, Россия \*\*Институт кристаллографии и физики твердого тела, Технический университет, D-1062 Дрезден, Германия E-mail: E.Golovenchits@pop.ioffe.rssi.ru

(Поступила в Редакцию 18 января 2002 г.)

Методом рентгеновской дифрактометрии изучены тепловые колебания ионов в кристаллах  $R_2CuO_4$  (R = La, Pr, Nd, Sm, Eu, Gd). Сравнительный анализ пространственного распределения тепловых смещений ионов меди и редкоземельных ионов позволил сделать заключение об основных взаимодействиях, ответственных за структурное состояние слоев  $CuO_2$  и кристаллов в целом. Была выявлена корреляция структурных свойств с величиной ионного радиуса и основным состоянием редкоземельных ионов.

Работа выполнена при финансовой поддержке Российского фонда фундаментальных исследований (грант № 02-02-16140а) и частичной поддержке Фонда "Фундаментальные исследования" Президиума РАН (проект "Квантовая макрофизика") и гранта Российского фонда фундаментальных исследований "Научные школы" (№ 00-15-96757).

Тепловые колебания ионов в кристалле определяются симметрией и величиной локального потенциала кристаллического поля. Это позволяет получать информацию о локальном потенциале, изучая пространственное распределение тепловых смещений ионов рентгеновскими дифракционными методами. В наших предыдущих работах [1,2] изучались тепловые колебания ионов Cu<sup>2+</sup> и редкоземельных ионов (РЗИ) в кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (R = La, Eu, Pr, Gd). Основное внимание уделялось температурным зависимостям функции плотности вероятности (ФПВ), характеризующей пространственное распределение равновероятных смещений ионов относительно их равновесных позиций. При этом удавалось проследить за локальными структурными искажениями и структурными фазовыми переходами в изучаемых кристаллах при изменении температуры.

В данной работе ставится задача сравнить ФПВ ионов Cu<sup>2+</sup> и РЗИ при фиксированной температуре в более широком ряде кристаллов  $R_2CuO_4$  (R = La, Pr, Nd, Sm, Eu, Gd) и проследить влияние РЗИ на свойства СиО2-слоев и на структуру кристаллов в целом. С этой целью в дополнение к ранее полученным данным были изучены тепловые колебания в кристаллах Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (при температурах 296 и 373 К). Анализ ФПВ ионов Cu<sup>2+</sup> и РЗИ проведен для всего класса кристаллов  $R_2CuO_4$  (R = La, Pr, Nd, Sm, Eu, Gd) при комнатной температуре с учетом данных, полученных ранее в [1,2]. Структура кристаллов La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с РЗИ (R = Pr, Nd, Sm, Eu, Gd) представлена на рис. 1. Кристаллы  $R_2CuO_4$  (R = Pr, Nd, Sm, Eu) обладают при всех температурах структурой Т'-типа (пространственная группа *I4/mmm*). В La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> имеются фазовые переходы из высокотемпературной тетрагональной фазы в низкотемпературную орторомбическую (см. [3] и [4] соответственно). Общая отличительная особенность структуры кристаллов La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с РЗИ — ее квази-2*D* характер. Ионы расположены в слоях, перпендикулярных оси *c*. Между плоскостями CuO<sub>2</sub> находятся слои из ионов R<sup>3+</sup> и O<sup>2-</sup>. При этом расстояния между слоями CuO<sub>2</sub> и между слоями, со-держащими ионы меди и РЗИ, значительно превышают расстояния между ионами внутри слоев. Нас главным образом интересуют свойства слоев CuO<sub>2</sub>, удаленных друг от друга на расстояние c/2. Ближайшее окружение ионов Cu<sup>2+</sup> в кристаллах La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с РЗИ



**Рис. 1.** Структура кристаллов La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (a) и R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (R = Pr, Nd, Sm, Eu, Gd) (b).

отличается. В La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> — это октаэдры из ионов O<sup>2–</sup> (координационное число Z = 6), а в R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с P3И — квадраты из ионов кислорода (Z = 4). Структурные свойства изучаемых кристаллов определяются взаимодействиями внутри слоев CuO<sub>2</sub> и слоев, содержащих P3И, а также межслоевыми взаимодействиями (в основном взаимодействиями ионов Cu<sup>2+</sup> и R<sup>3+</sup>). В настоящей работе исследуются основные взаимодействия, определяющие структурные свойства кристаллов, и их зависимость от свойств P3И.

Потенциал кубического кристаллического поля обычно имеет величину ~ 1 eV. Тетрагональные искажения кубической решетки связаны с изменением этого потенциала на величину порядка ~ 0.1 eV. Практически такую же величину в изучаемых кристаллах имеют аномально сильное 2D гейзенберговское обменное взаимодействие между спинами ионов  $Cu^{2+}$  (обменная константа  $J \sim 0.13-0.15$  eV [5]) и спин-орбитальное (SO) взаимодействие ионов  $Cu^{2+}$  с константой  $\lambda \sim 0.06-0.08$  eV [6]. В результате в кристаллах  $R_2CuO_4$  с РЗИ для ионов  $Cu^{2+}$  имеется ряд близких по величине взаимодействий, которые определяют свойства кристаллов, в том числе и структурные.

В [1,2] показано, что вид ФПВ, а значит, и симметрия локальных потенциалов кристаллического поля ионов  $Cu^{2+}$  и РЗИ в кристаллах  $R_2CuO_4$  (R = La, Pr, Eu, Gd) различаются. Однако во всех этих кристаллах в интервале температур 140–400 К преобладающими являлись локальные искажения в слоях CuO<sub>2</sub>. Как следует из данной работы, и в Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> также преобладают искажения в этих слоях. И только в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при комнатной температуре основными являются ян-теллеровские искажения для ионов Sm<sup>3+</sup> и вид ФПВ ионов меди определяется в основном взаимодействием Sm<sup>3+</sup>–Cu<sup>2+</sup>.

В работе [7] тепловые колебания в  $Pr_2CuO_4$  при комнатной температуре изучались методом рассеяния нейтронов. Сравнивая ситуации в кристаллах  $Pr_2CuO_4$  и CuO, авторы пришли к выводу, что в  $Pr_2CuO_4$  динамическое поведение атомов меди формируется в основном взаимодействием с ближайшими атомами кислорода. В то же время из результатов исследования рамановского рассеяния света в ряде кристаллов  $R_2CuO_4$  (R = Pr, Nd, Sm и Gd), выполненного также при комнатной температуре, делается вывод о существенном влиянии РЗИ на фононные спектры. При этом отмечается, что роль взаимодействия Cu–R увеличивается по мере уменьшения ионного радиуса РЗИ [8].

Особая ситуация в ряду кристаллов  $R_2CuO_4$  с РЗИ возникает в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. В работе [4] отмечалось, что в этом кристалле имеется структурный фазовый переход в низкотемпературную (T < 650 K) ромбическую фазу. При этом ромбические искажения в слоях CuO<sub>2</sub> обусловлены разворотами ионов кислорода OI вокруг ионов меди [4].

В работе [9] при изучении спиновой и решеточной динамики в миллиметровом диапазоне электромагнитных волн в кристаллах  $R_2CuO_4$  (Pr, Sm, Eu) в области низких температур были обнаружены скачки поглощения СВЧ мощности, которые связывались со структурными фазовыми переходами. Структурный фазовый переход в Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при температуре  $T \approx 150$  K наблюдался также другими методами [10–12]. Свойства низкотемпературных фаз и значения температур переходов в кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Pr, Sm, Eu) были различны и, скорее всего, определялись РЗИ.

Результаты данной работы указывают на то, что в  $R_2CuO_4$  с РЗИ структурные свойства слоев  $CuO_2$  и кристалла в целом оказались различными в кристаллах с разными РЗИ.

## 1. Экспериментальные результаты

Проведено полное рентгенографическое исследование кристаллов Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при температурах 296 и 373 К. Измерения проводились на монокристаллах выращенных методом спонтанной кристаллизации, описанным в [2]. Кристаллы были стехиометричными по составу и диэлектрическими.

Для рентгеновских дифрактометрических исследований использовались образцы в виде прямоугольных призм размерами  $0.17 \times 0.18 \times 0.11 \text{ mm} (\text{Sm}_2\text{CuO}_4)$  и  $0.12 \times 0.11 \times 0.11 \text{ mm} (\text{Nd}_2\text{CuO}_4)$ . Все измерения выполнены на одних и тех же образцах в одной и той же установке.

Предварительное исследование, проведенное на дифрактометре, показало, что кристаллы Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> относятся к тетрагональной сингонии (пространственная группа *I*4/*mmm*). Измерения интенсивностей рентгеновских отражений вплоть до значения sin  $\Theta/\lambda = 1.075 \text{ Å}^{-1}$  проводились на автоматическом монокристальном трехкружном дифрактометре методом  $\omega$ -сканирования по схеме перпендикулярного пучка при послойной регистрации рефлексов путем вращения кристалла вокруг оси *а*. Использовалось Мо*K*<sub>*a*</sub>-излучение ( $\lambda = 0.71069 \text{ Å}$ ), монохроматизированное графитовым монохроматором.

Структуры кристаллов уточнялись методом наименьших квадратов (МНК) в блочно-матричном приближении в основном по той же схеме, которая применялась в работах [1,2]. Параметры температурных факторов катионов уточнялись в ангармоническом приближении четвертого порядка. Полученные данные использовались для построения функций плотности вероятности ионов, являющихся Фурье-образами соответствующих температурных факторов. С целью уменьшения отрицательных областей ФПВ, получаемых при уточнении ангармонических параметров методом наименьших квадратов, использовалась модель температурного фактора Грамма– Шарлье [13]

$$T(\mathbf{h}) = T_{\text{harm}}(\mathbf{h}) [1 + (2\pi i)^3 / 3! c_{\text{pqr}} \mathbf{h}_p \mathbf{h}_q \mathbf{h}_r + (2\pi i)^4 / 4! d_{\text{pqrs}} \mathbf{h}_p \mathbf{h}_q \mathbf{h}_r \mathbf{h}_s].$$
(1)

Здесь  $T_{\text{harm}}(\mathbf{h}) = \exp(-\beta_{\text{pq}}\mathbf{h}_p\mathbf{h}_q), \beta_{\text{pq}}$  — анизотропные гармонические температурные параметры,  $c_{\text{pqr}}$  и  $d_{\text{pars}}$  —

Параметр	La <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Pr <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Nd <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Sm <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Eu <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Gd <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>
Пространственная	Abma	I4/mmm	I4/mmm	I4/mmm	I4/mmm	I4/mmm
a, Å	5.397(3)	3.953(2)	3.944(1)	3.921(1)	3.897(3)	3.895(1)
b,Å	5.365(3)	a	a	a	a	a
c,Å	13.165(2)	12.232(3)	12.147(2)	11.994(2)	11.905(2)	11.8952(6)
$N_{\text{refl}} (I > 3\sigma(I))$	640	250	198	170	285	250
<i>R</i> ,%	3.23	2.79	1.79	2.09	4.00	2.79
$R_W, \%$	3.34	2.24	2.37	2.27	4.19	2.95
$\mu$ , cm <sup>-1</sup>	275.3(3)	304.3(1)	324.9(3)	370.6(3)	400.8(4)	423.3(1)
$r_{\rm ext}, {\rm \AA}$	1835(14)	3288(15)	2082(17)	5564(44)	7868(49)	2897(35)

Таблица 1. Детали эксперимента и структурные параметры монокристаллов R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при комнатной температуре

Примечание. Кристалл La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> двойникован по псевдомероэдрическому типу с плоскостями двойникования (110). Погасания рефлексов от двойниковак компонент удовлетворяют пространственным группам *Abma* и *Bmab*. Согласно результатам уточнения MHK, коэффициент двойникования  $K_{tw} = 0.68(2)$ , что соответствует соотношению 2:1 для компонент, описываемых *A*- и *B*-решетками.  $N_{refl}$  — количество независимых ненулевых рефлексов. *R* — структурный фактор расходимости.  $R_W$  — весовой фактор расходимости по схеме Крукшенка [14].  $\mu$  — коэффициент поглощения (для Мо $\kappa_{\alpha}$ ). Поглощение учитывалось методом численного интегрирования по объему кристалла.  $r_{ext}$  — параметр экстинкции по результатам MHK. Экстинция учитывалась по методу Беккера–Коппенса [15] в изотропном приближении для кристаллов с  $r_{ext} \ll \lambda g$  и лоренцевским распределением блоков мозаики.

Таблица 2. Результаты уточнения параметров для ионов  $Cu^{2+}$  (0, 0, 0) при комнатной температуре в кристаллах  $R_2CuO_4$  (R = La, Pr, Nd, Sm, Eu, Gd)

Параметр	La	Pr	Nd	Sm	Eu	Gd
$B_{\rm eq}, {\rm \AA}^2$	0.67(1)	0.439(6)	0.43(2)	0.48(1)	0.42(1)	0.45(1)
$U_{11}, { m \AA}$	0.085(1)	0.0861(3)	0.055(1)	0.075(1)	0.072(2)	0.072(1)
$U_{22}, \mathrm{\AA}$	0.088(2)	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$
$U_{33}, \mathrm{\AA}$	0.101(1)	0.079(1)	0.100(4)	0.084(4)	0.075(2)	0.075(2)
$U_{13}, \mathrm{\AA}$	0.006(30)	0	0	0	0	0
$d_{1111} * 10^9$	154(49)	130(148)	-172(141)	1065(794)	-19(305)	305(262)
$d_{2222} * 10^9$	-686(69)	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$
$d_{3333} * 10^9$	-0.4(7)	0.3(10)	39(14)	-5(2)	-5(2)	-7(21)
$d_{1113} * 10^9$	2(8)	0	0	0	0	0
$d_{1333} * 10^9$	1(1)	0	0	0	0	0
$d_{1122} * 10^9$	73(18)	325(71)	82(63)	-424(129)	-321(163)	649(132)
$d_{1133} * 10^9$	13(3)	-8(8)	-41(17)	-17(19)	69(16)	58(16)
$d_{2233} * 10^9$	-23(4)	$d_{1133}$	$d_{1133}$	$d_{1133}$	$d_{1133}$	$d_{1133}$
$d_{1223} * 10^9$	-1(7)	0	0	0	0	0

Примечание.  $U_{ii}$  — среднеквадратичные температурные отклонения атомов (гармоническая часть температурного фактора);  $U_{ij} = \text{sign}(\beta_{ij}) \text{sqrt} \left(\beta_{ij}/(2\pi)^2 \mathbf{a}_i \mathbf{a}_j\right); d_{\text{pqrs}}$  — ангармонические температурные параметры четвертого порядка;  $B_{\text{eq}}$  — эквивалентный изотропный температурный фактор;  $B_{\text{eq}} = 4/3\Sigma\beta_{ij}\mathbf{a}_i\mathbf{a}_j$ , где  $\beta_{ij}$  — анизотропные температурные факторы.

ангармонические температурные параметры третьего и четвертого порядков соответственно,  $\mathbf{h}$  — вектор рассеяния с компонентами  $(h_1, h_2, h_3) = (h, k, l)$ .

-

С использованием той же методики перерасчитаны структурные параметры кристаллов  $La_2CuO_4$  и  $Eu_2CuO_4$  при комнатной температуре, которые были использованы нами ранее [1] с использованием ангармонического приближения температурных факторов катионов в приближении Эджворта [13]. Полученные ФПВ катионов в обеих моделях ангармонического температурного фактора имеют качественно подобный вид.

Экспериментальные и основные структурные параметры для изученных кристаллов приведены в табл. 1–5. На рис. 2 и 3 представлены ФПВ ионов Cu<sup>2+</sup> для

кристаллов R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (R = La, Pr, Nd, Sm, Eu, Gd) при комнатной температуре. На рис. 4 и 5 приведены ФПВ ионов R<sup>3+</sup> при комнатной температуре для тех же кристаллов. На рис. 6 и 7 — ФПВ ионов Cu<sup>2+</sup> и R<sup>3+</sup> при T = 373 K для кристаллов Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> соответственно. Следует отметить, что для кристаллов R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (R = Pr, Nd, Sm, Eu, Gd), симметрия структуры которых описывается пространственной группой *I*4/*mmm*, ФПВ ионов в плоскостях (100) и (010) эквивалентны. В то же время для La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (пространственная группа *Abma*) ФПВ в плоскостях (100) и (010) различаются. Поскольку в этом случае сечение ФПВ плоскостью (100) более информативно, именно оно приводится на рисунках.

Параметр	La	Pr	Nd	Sm	Eu	Gd
x/a	0.00227(4)	0	0	0	0	0
z/c	0.36136(1)	0.35132(2)	0.35149(4)	0.35057(3)	0.35009(3)	0.34922(3)
$B_{\rm eq}, {\rm \AA}^2$	0.718(4)	0.522(2)	0.556(7)	0.494(3)	0.389(4)	0.478(3)
$U_{11}$ , Å	0.0938(5)	0.0861(3)	0.0578(4)	0.0850(4)	0.0758(6)	0.0832(4)
$U_{22}, \mathrm{\AA}$	0.1126(6)	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$
$U_{33}, \mathrm{\AA}$	0.0761(6)	0.0707(4)	0.1201(13)	0.0658(7)	0.0575(10)	0.0655(7)
$U_{13}$ , Å	0.057(13)	0	0	0	0	0
$c_{111} * 10^8$	14(13)	0	0	0	0	0
$c_{333} * 10^8$	-2(5)	-0.7(8)	-20(6)	-2.4(15)	-2(1)	-1.4(14)
$c_{122} * 10^8$	-5(10)	0	0	0	0	0
$c_{113} * 10^8$	8(4)	-19(10)	6(12)	-1(160)	-19(16)	-25(16)
$c_{133} * 10^8$	1(1)	0	0	0	0	0
$c_{223} * 10^8$	1(5)	c <sub>113</sub>	c <sub>113</sub>	c <sub>113</sub>	$c_{113}$	c <sub>113</sub>
$d_{1111} * 10^9$	-309(17)	786(49)	-139(47)	887(242)	491(95)	765(78)
$d_{2222} * 10^9$	-1410(26)	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$
$d_{3333} * 10^9$	-0.2(2)	1.5(3)	135(7)	-3.6(5)	1.6(6)	-3.4(5)
$d_{1113} * 10^9$	-2(3)	0	0	0	0	0
$d_{1333} * 10^9$	0.5(5)	0	0	0	0	0
$d_{1122} * 10^9$	363(6)	-513(24)	67(22)	-363(62)	-632(47)	-673(36)
$d_{1133} * 10^9$	16(1)	-12(2)	-47(7)	-14(5)	13(5)	36(4)
$d_{2233} * 10^9$	-15(1)	<i>d</i> <sub>1133</sub>				
$d_{1223} * 10^9$	1(3)	0	0	0	0	0

Таблица 3. Результаты уточнения параметров для ионов  $R^{3+}(x/a, 0, z/c)$  при комнатной температуре в кристаллах  $R_2CuO_4$  (R = La, Pr, Nd, Sm, Eu, Gd)

Примечание. Обозначения величин B<sub>eq</sub>, U<sub>ij</sub>, d<sub>pqrs</sub> см. в табл. 2, с<sub>pqr</sub> — ангармонические температурные параметры третьего порядка.

Как видно из рис. 2–7, ФПВ для кристаллов R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с разными РЗИ существенно различаются, но прослеживается определенная закономерность в изменении

**Таблица 4.** Результаты уточнения параметров катионов для кристаллов Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (пр. гр. *I4/mmm*, a = 3.950 (1) Å, c = 12.153 (1) Å,  $N_{\text{refl}} = 178$ , R = 1.87%,  $R_W = 2.82\%$ ) и Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (пр. гр. *I4/mmm*, a = 3.926 (1) Å, c = 12.014 (1) Å,  $N_{\text{refl}} = 168$ , R = 2.37%,  $R_W = 2.44\%$ ) при 373 K

Параметр	Nd <sub>2</sub> C	uO4	$Sm_2CuO_4$		
TupunoTp	Nd	Cu	Sm	Cu	
z/c	0.35079(7)	0	0.35055(2)	0	
$B_{eq}, Å^2$	2.33(2)	2.31(5)	0.666(3)	0.65(1)	
$U_{11}, { m \AA}$	0.0588(6)	0.047(2)	0.0969(4)	0.087(1)	
$U_{22}, \mathrm{\AA}$	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$	$U_{11}$	
$U_{33}, \mathrm{\AA}$	0.2854(12)	0.289(3)	0.0807(6)	0.097(2)	
$c_{333} * 10^8$	-25(19)	0	38(14)	79(359)	
$c_{113} * 10^8$	31(25)	0	-124(166)	-1(160)	
$c_{223} * 10^8$	C 113	0	C <sub>113</sub>	0	
$d_{1111} * 10^9$	-132(79)	-86(210)	564(105)	79(359)	
$d_{2222} * 10^9$	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$	$d_{1111}$	
$d_{3333} * 10^9$	49(17)	-34(48)	-0.6(5)	-10(2)	
$d_{1122} * 10^9$	69(33)	44(97)	-74(28)	-49(97)	
$d_{1133} * 10^9$	-43(15)	-22(47)	-12(4)	19(16)	
$d_{2233} * 10^9$	$d_{1133}$	$d_{1133}$	$d_{1133}$	$d_{1133}$	

Примечание. Обозначения величин  $B_{eq}$ ,  $U_{ii}$ ,  $U_{ij}$ ,  $c_{pqr}$ ,  $d_{pqrs}$  см. в табл. 2.

ФПВ, коррелирующая с ростом атомного номера и уменьшением ионного радиуса РЗИ.

В качестве примера двух предельных случаев можно рассмотреть ФПВ ионов  $Cu^{2+}$  для кристаллов La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. В La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> наблюдается двухъямный потенциал с расщеплением вдоль осей *а* и *b* в слое CuO<sub>2</sub> и минимальным значением ФПВ в частной позиции иона. Полагаем, что в этом случае преобладает янтеллеровское вибронное взаимодействие, приводящее к кооперативному эффекту Яна–Теллера (КЭЯТ) ионов меди [1]. В Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> имеется односвязная ФПВ с максимальным значением в частной позиции. В этом случае преобладает орбиталь-орбитальное взаимодействие через 2D спиновые флуктуации [1].

Сформулируем основные критерии, положенные в основу анализа приведенных данных для всех кристаллов  $R_2CuO_4$ .

Прежде всего, важен тип ФПВ — ее многосвязность или односвязность. Полагаем, что многосвязные ФПВ, соответствующие двух- или многоямным потенциалам кристаллического поля, возникают в результате вибронного КЭЯТ для соответствующих ионов. В случае односвязной ФПВ, с максимальным значением (принятым за 100%) в равновесной позиции иона, вибронный КЭЯТ отсутствует. Равновесная позиция иона в решетке соответствует центру квадратов (рамок) на рис. 2–7.

Плотность пространственного распределения линий ФПВ относительно максимального значения характеризует крутизну локального потенциала. Для многосвяз-



Рис. 2.  $\Phi\Pi B$  ионов Cu<sup>2+</sup> для кристаллов La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (La), Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Pr) и Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Nd) при комнатной температуре в плоскостях (001) и (010). Размер рамки  $0.48 \times 0.48$  (Å)<sup>2</sup>. ФПВ построены изолиниями с шагом 10% от максимального значения. Положение ФПВ = 100% показано точкой. Штрих-пунктирная линия соответствует значению ФПВ = 0. Штриховые линии — отрицательные значения ФПВ. Центры рамок соответствуют положениям равновесных позиций ионов в решетке.

ных ФПВ значение ФПВ в центре ячейки характеризует глубину ям, возникающих при КЭЯТ соответствующих ионов. Угловая симметрия распределения ФПВ дает информацию о направлениях экстремальных смещений ионов при тепловых колебаниях.

При построении ФПВ учитываются как гармонический, так и ангармонические вклады в тепловые колебания ионов (табл. 2-4). О большом ангармоническом вкладе свидетельствуют плоские участки ФПВ [13]. Для выяснения влияния свойств РЗИ, а также взаимодействий между ионами меди и РЗИ на структурные состояния кристаллов проводится сравнительный анализ вида ФПВ ионов меди и РЗИ.

Рассмотрим основные особенности ФПВ ионов Cu<sup>2+</sup> при комнатной температуре в ряду изученных нами кристаллов.

В кристаллах Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> наблюдаютя односвязные ФПВ с максимальным значением в центре ячейки, что указывает на отсутствие вибронного КЭЯТ. В случае же кристаллов  $R_2CuO_4$  (R = La, Nd, Pr и Sm) имеются многосвязные ФПВ, свидетельствующие о наличии вибронных КЭЯТ для ионов Cu<sup>2+</sup>.



Рис. 3.  $\Phi\Pi B$  ионов  $Cu^{2+}$  для кристаллов  $Sm_2CuO_4$  (Sm),  $Eu_2CuO_4$  (Eu) и  $Gd_2CuO_4$  (Gd) при комнатной температуре. Остальные пояснения — в подписи к рис. 2.

В кристаллах La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>, Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> расщепление потенциала кристаллического поля при вибронном КЭЯТ имеет место в плоскости (001) вдоль направлений [100], [010] и [110] соответственно. В Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> такое расщепление наблюдается вдоль оси c (направление [001]).

Для кристаллов с многосвязными ФПВ наиболее глубокие ямы при близких к нулевым значениях ФПВ в центрах ячеек наблюдаются в кристаллах  $La_2CuO_4$  и  $Nd_2CuO_4$ . В кристаллах  $Pr_2CuO_4$  и  $Sm_2CuO_4$  глубины ям значительно меньше. В последнем вблизи центра ячейки имеется практически плоский потенциал кристаллического поля (рис. 2 и 3).

Из рис. 2–7 видно также, что симметрия ФПВ в плоскостях (001), соответствующих слоям CuO<sub>2</sub>, и в плоскостях (100) или (010), характеризующих выход ионов меди из слоев CuO<sub>2</sub>, существенно различается.

В кристаллах  $R_2CuO_4$  (R = Sm, Eu и Gd) в плоскостях (001) при малых амплитудах тепловых колебаний ионов ( $\Phi\Pi B > 50\%$ ) функция плотности вероятности имеет практически изотропный вид, что свидетельствует о гармоническом характере тепловых колебаний. Для значений  $\Phi\Pi B > 50\%$  (большие амплитуды тепловых колебаний) появляются плоские участки  $\Phi\Pi B$ , характерные для ангармонической составляющей тепловых колебаний, и наблюдается квадратная анизотропия рас-



**Рис. 4.**  $\Phi\Pi B$  ионов  $R^{3+}$  для кристаллов La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (La), Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Pr) и Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Nd) при комнатной температуре. Остальные пояснения — в подписи к рис. 2.

пределения ФПВ. В кристаллах Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> в плоскости (001) видны проявления вибронного КЭЯТ, но при этом также сохраняется квадратная анизотропия распределения ФПВ. В плоскостях (100) и (010) вид ФПВ в кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с разными РЗИ отличается сильнее, чем в плоскости (001). Наибольшая величина тепловых смещений вдоль оси *с* наблюдается у ионов меди в кристаллах La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>, Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. В Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> значение ФПВ = 100% смещено вдоль оси *с* из равновесного положения иона. В Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> видны лишь остаточные проявления вибронного КЭЯТ вдоль

оси c, который, возможно, имеет место при более низкой температуре, как в  $Pr_2CuO_4$  (см. [2]).

Практически во всех изученных кристаллах наблюдаются плоские участки ФПВ, свидетельствующие о большой ангармонической составляющей тепловых колебаний ионов меди (см. также табл. 2). Отметим, что ангармонический вклад в тепловые колебания ионов меди наиболее заметен в кристаллах, в которых слабее проявления вибронных КЭЯТ. К тому же проявления ангармонических вкладов сильнее в плоскостях (100) и (010) по сравнению с плоскостью (001).



**Рис. 5.**  $\Phi\Pi B$  ионов  $R^{3+}$  для кристаллов Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Sm), Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Eu) и Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> (Gd) при комнатной температуре. Остальные пояснения — в подписи к рис. 2.

Из вида углового распределения ФПВ следует, что во всех кристаллах  $R_2CuO_4$  с РЗИ нерасщепленная, центрированная часть локального потенциала имеет симметрию куба (Z = 8).

Обратимся теперь к экспериментальным особенностям распределения ФПВ редкоземельных ионов. Из рис. 4,5 видно, что при комнатной температуре в кристаллах с ионами  $Pr^{3+}$ ,  $Eu^{3+}$  и  $Gd^{3+}$  имеются односвязные, а в случае ионов  $La^{3+}$ ,  $Nd^{3+}$  и  $Sm^{3+}$  многосвязные ФПВ. При этом для РЗИ в отличие от ионов меди возникает также ситуация односвязной, но несимметрично распределенной относительно направления [001] ФПВ (табл. 5). Такая несимметричность, скорее всего, также является проявлением КЭЯТ. При сравнении вида ФПВ ионов меди и РЗИ видно, что подобие картин распределения ФПВ для этих ионов имеется практически для всех кристаллов за исключением Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>.

Из рис. 4 видно, что для ионов  $Nd^{3+}$  характерны плоские потенциалы в плоскости (001) со слегка проявляющимися неглубокими ямами, смещенными вдоль диагоналей [110]. Из сравнения ФПВ ионов меди и  $Nd^{3+}$ в  $Nd_2CuO_4$  можно заключить, что искажение локального потенциала кристаллического поля, вызванное КЭЯТ, для ионов меди значительно больше, чем для  $Nd^{3+}$ .

Для ионов  $\text{Sm}^{3+}$  в  $\text{Sm}_2\text{CuO}_4$  в плоскости (100) (а также в эквивалентной плоскости (010)) наблюдается вибронный КЭЯТ с несимметричными по глубине яма-



**Рис. 6.**  $\Phi\Pi B$  ионов  $Cu^{2+}$  и Nd<sup>3+</sup> для Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при температуре 373 К. Остальные пояснения — в подписи к рис. 2.



**Рис. 7.** ФПВ ионов Cu<sup>2+</sup> и Sm<sup>3+</sup> для Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при температуре 373 К. Остальные пояснения — в подписи к рис. 2.

**Таблица 5.** Расстояния (Å) между ионами в кристаллах  $R_2CuO_4$  (R = La, Nd, Sm, Eu) при комнатной температуре

Параметр	La <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Nd <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Sm <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>	Eu <sub>2</sub> CuO <sub>4</sub>
R-O2	2.323(4)	2.3256(5)*4	2.3019(5)*4	2.284(1)*4
R-O1	2.620(3)*2	2.6726(5)*4	2.6563(8)*4	2.642(1)*4
R-O1'	2.654(3)*2	—	—	—
R-O2'	2.684(6)	_	_	_
R-O2''	2.752(2)*2	—	—	—
R-O2'''	2.850(6)	—	—	—
Cu-O1	1.9028(8)*4	1.9720(5)*4	1.9605(5)*4	1.948(1)*4
Cu-O2	2.437(4)*2	—	—	—

ми, смещенными относительно равновесных положений ионов вдоль направления [001]. Ближайшая к равновесному положению изолиния, огибающая обе ямы, соответствует значению  $\Phi\Pi B = 40\%$ . Таким образом, в отличие от Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> степень искажения локального кристаллического поля ионов Sm<sup>3+</sup> больше, чем для ионов меди. Заметим, что только в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> как для ионов меди, так и для РЗИ имеется двухьямный потенциал с расщеплением вдоль оси *c* кристалла.

В кристаллах, в которых вибронное ян-теллеровское искажение ионов  $Cu^{2+}$  является преобладающим, оно наблюдается в плоскостях (001). В то же время в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> преобладающее вибронное искажение ионов Sm<sup>3+</sup> возникает вдоль направления [001], а вибронный КЭЯТ для ионов Cu<sup>2+</sup> в плоскости (001) отсутствует.

В Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> для ионов Gd<sup>3+</sup> КЭЯТ отсутствует и имеется подобие в распределении ФПВ ионов меди и РЗИ. В Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> для ионов Eu<sup>3+</sup> наблюдается односвязная, но несимметричная относительно направления [001] ФПВ, что является следствием КЭЯТ. При этом для ионов меди следов КЭЯТ не видно.

Так же как и для ионов Cu<sup>2+</sup>, для РЗИ имеются большие ангармонические вклады — плоские участки ФПВ и большие величины параметров ангармонизма третьего и четвертого порядков (табл. 3).

## 2. Анализ экспериментальных данных

Из предыдущего раздела можно заключить, что структурные свойства слоев CuO<sub>2</sub> в кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с РЗИ существенно отличаются в зависимости от типа РЗИ — его ионного радиуса и характера основного состояния.

Отсутствие апикальных ионов кислорода в ближайшем окружении ионов меди в кристаллах  $R_2CuO_4$  с РЗИ должно приводить к более сильному влиянию РЗИ на свойства слоев  $CuO_2$  и структуру кристаллов в целом по сравнению с  $La_2CuO_4$  (в котором апикальные ионы кислорода в слоях Cu-O экранируют влияние на них РЗИ). В результате в  $La_2CuO_4$  локальный потенциал кристаллического поля ионов меди определяется ближайшими соседями в 2D-слое  $CuO_2$ , в то время как в кристаллах  $R_2CuO_4$  с РЗИ эффективный локальный потенциал ионов  $Cu^{2+}$  формируется не только ими. При этом к 2*D*-плоской квадратной решетке в слое  $CuO_2$  (первая координационная сфера) подмешивается кристаллическое поле следующих координационных сфер и, прежде всего, от РЗИ, поскольку ионы  $R^{3+}$  являются ближайшими к ионам  $Cu^{2+}$  в направлении оси *c* (рис. 1).

Обратимся к анализу внутрислойных взаимодействий, определяющих структурные свойства кристаллов. Это прежде всего ян-теллеровские взаимодействия в слоях СиО<sub>2</sub> и в слоях с РЗИ. Кристаллы R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с РЗИ содержат два типа ян-теллеровских ионов: Cu<sup>2+</sup> и R<sup>3+</sup> [16,17]. Как следует из результатов данной работы, в изучаемых кристаллах реализуются ситуации, когда преобладающими и фактически определяющими структуру кристалла в целом являются искажения решетки, вызванные эффектом Яна-Теллера либо ионов меди, либо РЗИ. В Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> преобладающими являются янтеллеровские взаимодействия РЗИ. В то время как для кристаллов Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> преобладают янтеллеровские взаимодействия ионов меди. В этом случае при формировании структуры кристаллов в целом важную роль играет межслоевое взаимодействие  $Cu^{2+}-R^{3+}$ 

Обращает на себя внимание тот факт, что вибронные КЭЯТ для ионов Cu<sup>2+</sup> наблюдаются в кристаллах  $R_2CuO_4$  с максимальными ионными радиусами РЗИ (R = Pr, Nd). В кристаллах же с меньшими ионными радиусами (R = Sm, Gd и Eu) вибронный КЭЯТ для ионов Cu<sup>2+</sup> значительно ослаблен или не наблюдается вообще.

Рассмотрим более детально ситуацию в слоях CuO<sub>2</sub>. Как известно, характер основного орбитального состояния иона Cu<sup>2+</sup> и соответственно характер эффекта Яна-Теллера определяется типом ближайшего окружения в приближении кубической решетки [6,16]. Для кристаллов R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с P3И ближайшее окружение ионов меди формируется вкладом двух компонент кристаллического поля, имеющих различную симметрию: квадратов из ионов кислорода в слое CuO<sub>2</sub> (Cu — 4 OI) и кубического окружения из P3И (Cu — 8 R). Как известно, основное орбитальное состояние ионов Cu<sup>2+</sup> в квадрате из ионов кислорода — синглет  $d_{(x^2-y^2)}$ . Случай кубического окружения иона Cu<sup>2+</sup> ионами R<sup>3+</sup> соответствует основному орбитальному состоянию в виде  $e_g$ -дублета [18].

В тетрагональной решетке при расщеплении  $e_g$ -дублета возникает вибронный КЭЯТ для ионов меди [6,16]. Однако мы полагаем, что структурные состояния слоев CuO<sub>2</sub> и кристаллов в целом определяются также и возбужденными орбитальными состояниями триплета  $t_{2g}$ . Как отмечалось ранее, в кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> имеется ряд взаимодействий, величины которых соизмеримы с расщеплением  $\Delta = (e_g - t_{2g}) \sim 0.1 \text{ eV}$  в кубической решетке, что обеспечивает возможность подмешивания возбужденных состояний к основному состоянию. Триплет  $t_{2g}$  в тетрагональной решетке расцепляется на

синглет  $d_{xy}$  и тетрагональный дублет  $d_{xz,yz}$ . Характер этого расщепления зависит от соотношения величин вибронного и SO-взаимодействий. При преобладании первого взаимодействия нижним является синглет  $d_{xy}$ , при преобладании второго — тетрагональный дублет  $d_{xz,yz}$  [6,16].

В случае сильного SO-взаимодействия в кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с РЗИ для ионов меди к основному орбитальному синглету  $d_{(x^2-y^2)}$  подмешивается тетрагональный дублет. В такой ситуации возможен КЭЯТ спиновой природы за счет орбиталь-орбитального взаимодействия через 2D-спиновые флуктуации. Такого типа КЭЯТ рассмотрен в работе [11] для объяснения состояния 2D орбитального стекла, обнаруженного в кристалле Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при  $T > 150 \, \text{K}$ . При этом сильного искажения решетки не происходило, а возникали коррелированные спиновые и орбитальные состояния. Полагаем, что наличие односвязной ФПВ в  $Eu_2CuO_4$  при  $T > 150 \, \text{K}$  обусловлено ян-теллеровской стабилизацией за счет КЭЯТ спиновой природы. Односвязная ФПВ наблюдается в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>, а также имеется подмешивание центрированной ФПВ к расщепленной ФПВ, обусловленной вибронным КЭЯТ, в кристаллах Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. Наличие нерасщепленных, центрированных ФПВ ионов меди во всех случаях естественно связать с вкладом орбиталь-орбитального взаимодействия через спиновые флуктуации.

Многосвязные ФПВ ионов меди, наблюдаемые в кристаллах  $R_2CuO_4$  (R = Nd и Pr), свидетельствуют о преобладающем вкладе вибронных ян-теллеровских взаимодействий для ионов  $Cu^{2+}$  в слоях  $CuO_2$ .

Таким образом, для кристаллов  $R_2CuO_4$  с РЗИ в слоях  $CuO_2$  имеются два различных взаимодействия, приводящие к ян-теллеровской стабилизации решетки: вибронное (орбиталь-орбитальное через фононы) и орбитальорбитальное взаимодействие через 2D-спиновые флуктуации. Как уже отмечалось, характер ян-теллеровской стабилизации для этих двух взаимодействий различен. Сосуществование их может приводить к неоднородным структурным состояниям, а изменение с температурой соотношений величин взаимодействий — к структурным фазовым переходам.

В тех случаях, когда в кристаллах  $R_2CuO_4$  преобладает ян-теллеровское взаимодействие для РЗИ, первичным оказывается искажение кубической симметрии в окружении РЗИ. Взаимодействие между ионами меди и РЗИ при этом должно менять и структурное состояние ионов  $Cu^{2+}$ . Видимо, такая ситуация реализуется в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>.

Обсудим более детально некоторые характерные особенности структурных состояний конкретных кристаллов  $R_2CuO_4$  с P3И.

1) La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. (Атомный номер Z(La) = 57, ионный радиус (La<sup>3+</sup>) = 1.032 Å [19]).

Ион La<sup>3+</sup> является немагнитным. Как уже отмечалось выше, в La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при температурах T < 650 К имеется ромбически искаженная структура T-типа с ближайшим окружением ионов Cu<sup>2+</sup> в виде октаэдров из ионов кислорода в слоях CuO<sub>2</sub>.

Как видно из рис. 2, ФПВ для ионов меди имеют характерный вид для кристаллов с вибронным КЭЯТ. При этом имеется двухъямный потенциал кристаллического поля с расщеплением в плоскости (001) (в слое CuO<sub>2</sub>) и значением ФПВ в центре ячейки, близким к нулю. Максимальное смещение ионов меди при тепловых колебаниях наблюдается вдоль оси c, что соответствует ближайшему окружению иона в виде вытянутого вдоль оси c октаэдра.

2)  $Pr_2CuO_4$ . (*Z*(Pr) = 59, *r*(Pr<sup>3+</sup>) = 0.99 Å [19]).

Основное состояние иона  $Pr^{3+} - {}^{3}H_4$  (S = 1, L = 5 и J = 4). Основной орбитальный и спиновый синглет отделен от возбужденного орбитального дублета по энергии ~ 18 meV [20].

Для ионов меди при комнатной температуре преобладают вибронные ян-теллеровские искажения в слоях  $CuO_2$ . Такого типа искажения не наблюдаются для ионов  $Pr^{3+}$ . Как уже отмечалось,  $Pr_2CuO_4$  является единственным среди кристаллов  $R_2CuO_4$  с P3И, в котором не видно корреляций между видом ФПВ ионов меди и P3И.

В ряду кристаллов R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>, имеющих тетрагональную структуру **T**'-типа, ион Pr<sup>3+</sup> имеет максимальный ионный радиус. Для несколько большего иона La<sup>3+</sup> формируется решетка со структурой **T**-типа. По-видимому, смещения ионов Pr<sup>3+</sup> в решетке с симметрией **T**'-типа ограничены. В результате кулоновское отталкивание ионов Pr<sup>3+</sup>–Cu<sup>2+</sup> приводит к относительно большему смещению ионов меди в слое CuO<sub>2</sub>, т.е. эффективно приводит к усилению вибронного ян-теллеровского взаимодействия ионов меди. Тем не менее в плоскости (001) вблизи центра ячейки видна также центрированная часть ФПВ ионов меди, которую мы связываем с вкладом в ян-теллеровскую стабилизацию орбиталь-орбитального взаимодействия через спиновые флуктуации.

Таким образом, несмотря на то, что преобладающим взаимодействием в  $Pr_2CuO_4$  является вибронное взаимодействие ионов меди в слоях  $CuO_2$ , свойства иона  $Pr^{3+}$  (в данном случае его ионный радиус) и взаимодействие  $R^{3+}-Cu^{2+}$  существенно влияют на структуру кристалла.

3) Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. (Z(Nd) = 60, r(Nd) = 0.93 Å [19]).

Основное состояние  $Nd^{3+} - {}^4I_{9/2}$  (S = 3/2, L = 2). Основной орбитальный дублет расщеплен в кристаллическом поле на величину 0.5 meV. Первый возбужденный орбитальный дублет отделен по энергии от основного состояния на 16 meV [20].

В кристалле Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при комнатной температуре видны динамические вибронные КЭЯТ как для ионов меди, так и для неодима, но при этом степень искажения локального кристаллического поля ионов меди больше, чем для Nd<sup>3+</sup>. Иными словами, для Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> преобладающими являются вибронные взаимодействия для ионов Cu<sup>2+</sup>. Видна корреляция между состояниями ионов меди и Nd<sup>3+</sup>. Полагаем, что такая корреляция возникает за счет взаимодействия Cu<sup>2+</sup>–Nd<sup>3+</sup>, которое приводит к согласованным смещениям ионов. Ионный радиус Nd<sup>3+</sup> меньше чем у Pr<sup>3+</sup>, что обеспечивает его большую подвижность в решетке. В плоскости (001) вблизи равновесного положения видна центрированная часть ФПВ ионов меди, которую мы связываем с вкладом в ян-теллеровскую стабилизацию орбиталь-орбитального взаимодействия через спиновые флуктуации. Отметим, что относительный вклад центрированного нерасщепленного потенциала в Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> больше, чем для Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>.

Таким образом, в Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при формировании структуры кристалла вносят вклад все три типа возможных взаимодействий: внутрислоевые вибронное янтеллеровское и SO-взаимодействия ионов меди и межслоевое взаимодействие  $Cu^{2+}$ –Nd<sup>3+</sup>. При комнатной температуре преобладающим является ян-теллеровское вибронное взаимодействие для ионов меди.

Из рис. 2 и 6 видно, что с ростом температуры для ионов меди усиливаются смещения вдоль направлений [001] и уменьшается вклад односвязных ФПВ в плоскости (001), т.е. усиливается роль вибронного ян-теллеровского взаимодействия в слое. При этом симметрия эффективного ближайшего окружения ионов меди в Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> все более приближается к симметрии вытянутого вдоль направления [001] октаэдра и картина распределения ФПВ становится похожей на картину в La<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>.

4) Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. (Z(Sm) = 62,  $r(Sm^{3+}) = 0.958$  Å [19]).

Как уже отмечалось, структура Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> задается в основном влиянием КЭЯТ для РЗИ и взаимодействием между ионами меди и РЗИ. Ионный радиус Sm<sup>3+</sup> несколько меньший, чем для Nd<sup>3+</sup>, но превышает размеры ионов европия и гадолиния.

Основной мультиплет иона Sm<sup>3+</sup> —  ${}^{6}H_{5/2}$  (S = 5/2, L = 5, J = 5/2). При расщеплении в кристаллическом поле основными являются орбитальный синглет и крамерсов дублет. Расстояние до ближайшего возбужденного орбитального дублета ~ 18 meV [21].

При комнатной температуре видно равновесное смещение иона Sm<sup>3+</sup> вдоль направления [001] из центра рамки (рис. 5), что является следствием статического КЭЯТ для ионов Sm<sup>3+</sup>. Локальные ян-теллеровские искажения ионов Sm<sup>3+</sup> больше, чем для ионов меди. Имеется подобие ФПВ для ионов меди и самария. Скорее всего, выход ионов  $Cu^{2+}$  из слоев  $CuO_2$  вдоль оси *с* обусловлен взаимодействием Sm<sup>3+</sup>-Cu<sup>2+</sup>. Отметим, что характер смещений ионов  $Cu^{2+}$  вдоль оси c соответствует случаю динамического КЭЯТ (смещения ионов Cu<sup>2+</sup> вверх и вниз от слоя равновероятны). В плоскости (001) для ионов меди при комнатной температуре не видно проявлений вибронного КЭЯТ. Однако видны вытянутые вдоль осей *а* и *b* ФПВ, которые могут при низкой температуре обеспечить переключение преобладающего типа взаимодействий — от вибронного для РЗИ к вибронному для ионов меди в слое CuO<sub>2</sub> — и привести к структурному фазовому переходу.

Как видно из рис. 7, картина распределения ФПВ ионов меди и самария в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при T = 373 K качественным образом изменяется по сравнению с комнатной температурой. При T = 373 K вибронные КЭЯТ ни

для ионов Sm<sup>3+</sup>, ни для ионов Cu<sup>2+</sup> не наблюдаются. В температурном интервале 300-373 K в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>, по-видимому, происходит структурный фазовый переход, который проявляется в трансформации вида ФПВ от двухсвязной к односвязной (ср. рис. 3, 4 и 7). При этом ситуация становится подобной той, которая наблюдается в Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при *T* > 150 K (в тетрагональной фазе) [1]. Можно допустить, что в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при *T* > 296 K преобладающими становятся орбиталь-орбитальные взаимодействия через 2*D*-спиновые флуктуации в слоях CuO<sub>2</sub>.

Отметим, что во всех кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> с РЗИ при температурах ниже температуры Нееля  $(T_N \sim 250-290 \, \text{K})$  имеется дальний 3D-антиферромагнитный порядок. Если при *T* < *T<sub>N</sub>* имеется однородное 3D-антиферромагнитное состояние, то 2D-спиновые флуктуации с большими корреляционными радиусами в слоях CuO<sub>2</sub> возникают при температурах  $T > T_N$ . В случае же неоднородного 3D-антиферромагнитного состояния 2D-спиновые флуктуации имеются и при T < T<sub>N</sub>. Существование развитых 2D-спиновых флуктуаций с большими корреляционными радиусами может приводить к усилению роли КЭЯТ спиновой природы. Видимо, в Sm<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> в отличие от Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при температурах  $T < T_N$  имеется однородное магнитное и структурное состояния. В кристаллах же Pr<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> и Nd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>, в которых вблизи температуры Нееля не происходит заметных изменений в структурных свойствах (в виде  $\Phi\Pi B$ ), при  $T < T_N$ , скорее всего, имеется неоднородное 3D-антиферромагнитное состояние. Возможность существования развитых 2D-спиновых флуктуаций в  $Pr_2CuO_4$  при  $T < T_N$  подтверждается также работами по спиновой динамике [22,23] и наличием центрированных нерасщепленных ФПВ ионов меди в слоях CuO<sub>2</sub> при  $T < T_N$  [2].

5)  $Gd_2CuO_4$ . (Z(Gd) = 60,  $r(Gd^{3+}) = 0.938 \text{ Å} [19]$ ).

В отличие от других РЗИ ионы Gd<sup>3+</sup> не являются янтеллеровскими — их основное состояние  ${}^8S_{7/2}$ . Отличный от нуля орбитальный момент возникает в следующем терме, отделенном от основного на ~ 2 eV. Ионы Gd<sup>3+</sup> имеют минимальный ионный радиус в ряду РЗИ в кристаллах R<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. Для РЗИ с менышими ионными радиусами уже не формируется такая решетка типа T'. При температурах T < 600 K в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> наблюдаются ромбические искажения в слоях CuO<sub>2</sub>, обусловленные разворотами ионов O<sup>2-</sup> (OI) относительно несмещенных ионов Cu<sup>2+</sup> [4,8].

Из вида ФПВ ионов меди следует, что вибронное ян-теллеровское взаимодействие мало и не определяет структурное состояние кристалла. Имеется подобие в пространственном распределении ФПВ ионов меди и гадолиния. В плоскостях (100) и (010) симметрия ФПВ соответствует координации ближайшего окружения ионов с Z = 8, что для ионов Gd<sup>3+</sup> согласуется с реальным ближайшим окружением из ионов OI и OII, а для ионов Cu<sup>2+</sup> свидетельствует об определяющей роли взаимодействия Gd<sup>3+</sup>–Cu<sup>2+</sup> при формировании потенциала кристаллического поля. В этих же плоскостях имеется большой ангармонический вклад в ФПВ и соответственно в потенциал кристаллического поля, что обычно характеризует структурную неустойчивость решетки — близость к структурному фазовому переходу типа смещения [24].

В плоскости (001) наблюдается квадратная симметрия ФПВ, что указывает на преобладающий вклад взаимодействий Cu–OI при формировании потенциала в слое CuO<sub>2</sub>. Как отмечалось, в этом слое наблюдаются ромбические искажения, обусловленные разворотами ионов OI относительно несмещенных ионов меди.

В результате можно допустить, что в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> кулоновское отталкивание Gd<sup>3+</sup>–Cu<sup>2+</sup> и взаимодействие Cu–OI в слое CuO<sub>2</sub> одного порядка. При этом взаимодействие Gd<sup>3+</sup>–Cu<sup>2+</sup> в плоскостях (100) и (010) на фоне сильного ангармонизма приводит к корреляциям тепловых смещений РЗИ и ионов меди, которые, возможно, стабилизируют близкую к неустойчивости решетку.

Как отмечалось выше, наличие нерасщепленных центрированных ФПВ ян-теллеровских ионов Cu<sup>2+</sup> мы связываем с КЭЯТ спиновой природы. Однако в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> наличие ромбических искажений в слоях CuO2 должно приводить к расщеплению тетрагонального дублета  $d_{x_7, y_7}$  и преобладанию вибронного ян-теллеровского взаимодействия для ионов меди. Если бы структурное состояние кристаллов было однородным и имело ромбическую симметрию, то ФПВ должны были быть расщепленными, отражая преимущественный вибронный характер ян-теллеровской стабилизации решетки, что не соответствует наблюдаемой картине распределения ФПВ. По-видимому, в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> имеется неоднородное структурное состояние с сильно развитым ангармонизмом и наблюдаются эффекты, характерные как для тетрагональной симметрии [23], так и для ромбической симметрии [4,8,22]. Возможное сосуществование тетрагональной и ромбической фаз также наблюдалось в только что появившейся работе по исследованию слабого ферромагнетизма и спектров рамановского рассеяния света [25].

6)  $\dot{Eu}_2\dot{C}uO_4$ . (Z(Eu) = 63,  $r(Eu^{3+}) = 0.947 \text{ Å} [19]$ ).

Основное состояние иона  $Eu^{3+} - {}^7F_0$  (S = 3, L = 3, J = 0) — синглетное и немагнитное. Однако первый возбужденный мультиплет иона  $Eu^{3+}$  ( ${}^7F_1$ ), являющийся магнитным и вырожденным (триплетным), расположен низко по энергии — на расстоянии 0.03 eV от основного мультиплета [1]. Структурные исследования  $Eu_2CuO_4$  показали, что статический КЭЯТ ионов  $Eu^{3+}$  ( ${}^7F_1$ ) возникает при температурах T > 350 K, когда имеется заметное термическое заселение возбужденного триплетного состояния  ${}^7F_1$  [1].

Согласно данным работ [9–11], в Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при температуре  $T \approx 150$  К имеется структурный фазовый переход. При T < 150 К возникают ромбические искажения в слоях CuO<sub>2</sub>, подобные тем, которые наблюдаются в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. При T > 150 К эти искажения исчезают и восстанавливается квадратная симметрия в слое и тетрагональная — во всем кристалле в целом [9]. Однако, структурное состояние при этом неоднородно и наблюдается состояние орбитального стекла [11].

2047

Полагаем, что фазовый переход при температуре  $T \approx 150 \,\mathrm{K}$  может быть обусловлен изменением характера взаимодействия  $Cu^{2+}-Eu^{3+}$  (<sup>7</sup> $F_1$ ) по сравнению с  $Cu^{2+}-Eu^{3+}$  (<sup>7</sup>*F*<sub>0</sub>). Можно допустить, что при *T* > 150 K смещение ян-теллеровских ионов  $Eu^{3+}$  (<sup>7</sup> $F_1$ ) из центральных позиций становится более вероятным, чем разворот ионов кислорода OI в слоях CuO<sub>2</sub>. В результате в  $Eu_2CuO_4$  при температурах  $T < 150 \,\mathrm{K}$  реализуется структурное состояние, подобное тому, которое имеется в Gd<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub>. Отличие заключается в том, что в Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> во всем кристалле в целом сохраняется тетрагональная симметрия, но имеются локальные области с ромбическими искажениями. При температурах 150 < T < 350 К в тетрагональной фазе реализуется состояние с односвязной центрированной ФПВ для ионов меди; мы полагаем, что при этом основным взаимодействием в слое CuO<sub>2</sub> является орбиталь-орбитальное взаимодействие через 2D-антиферромагнитные спиновые флуктуации с большими корреляционными радиусами [11]. Неоднородное магнитное и структурное состояния, допускающие существование 2D-антиферромагнитных флуктуаций, возникают в Eu<sub>2</sub>CuO<sub>4</sub> при  $T > 150 \,\mathrm{K}$  в результате структурного и одновременно магнитного фазового перехода (т.е. значительно ниже  $T_N \approx 250 \,\mathrm{K}$ ) [9,12]. При этом роль взаимодействия Cu<sup>2+</sup>-Eu<sup>3+</sup> (<sup>7</sup>F<sub>1</sub>) может быть усилена дальнодействующим его характером, если оно реализуется через 2*D*-спиновые корреляции в слое CuO<sub>2</sub>.

Таким образом, проведенный анализ экспериментальных данных показывает, что при комнатной температуре в кристаллах  $R_2CuO_4$  с РЗИ характер структурных искажений в слоях  $CuO_2$  и тип преобладающего в них взаимодействия определяются свойствами РЗИ (ионным радиусом и основным состоянием). Во всех кристаллах  $R_2CuO_4$  с РЗИ важна роль взаимодействия  $Cu^{2+}-R^{3+}$  и основным фактором, определяющим структурные особенности, является отсутствие экранировки РЗИ по отношению к ионам меди.

Чем больше ионный радиус РЗИ, тем большую роль при формировании структуры кристаллов играют вибронные ян-теллеровские взаимодействия ионов меди. Возникающие при КЭЯТ смещения ионов меди в слое  $CuO_2$  эффективно увеличивают расстояние до ближайших положительно заряженных ионов РЗИ. Согласованное смещение ионов  $Cu^{2+}-R^{3+}$  приводит к стабилизации тетрагональной структуры T'-типа. В случае, когда РЗИ не являются ян-теллеровскими ( $Eu^{3+}$  ( $^7F_1$ ) и Gd<sup>3+</sup>) и одновременно обладают минимальными ионными радиусами, взаимодействие  $Cu^{2+}-R^{3+}$  приводит к развитию сильного ангармонизма, характерного для состояний решетки, близких к ее неустойчивости.

## Список литературы

- Е.И. Головенчиц, В.А. Санина, А.А. Левин, Ю.И. Смолин, Ю.Ф. Шепелев. ФТТ **39**, *9*, 1600 (1997).
- [2] А.А. Левин, Ю.И. Смолин, Ю.Ф. Шепелев, Е.И. Головенчиц, В.А. Санина. ФТТ 42, *1*, 147 (2000).
- [3] Л.А. Мурадян, Р.А. Тамазян, А.М. Кеворков, Х.С. Багдасаров, В.И. Симонов. Кристаллография 35, 861 (1990).
- [4] M. Braden, W. Paulus, A. Cousson, P. Vigouroux, G. Heger, A. Goukassov, P. Bourges, D. Petitgrand. Europhys. Lett. 25, 625 (1994).
- [5] S. Chakravarty, B. Halperin, D. Nelson. Phys. Rev. B39, 2344 (1989).
- [6] А. Абрагам, Б. Блини. Электронный парамагнитный резонанс переходных ионов. Т. 2. Мир, М. (1972). 349 с.
- [7] П.П. Паршин, М.Г. Землянов, А.С. Иванов, Л.Д. Шустов, Г. Шобер. ФТТ 41, 7, 1149 (1999).
- [8] M. Udagawa, Y. Nagaoka, N. Ogita, M. Masada, J. Akimitsu, K. Ohbayashi. Phys. Rev. B40, 585 (1994).
- [9] Е.И. Головенчиц, В.А. Санина. Письма в ЖЭТФ 74, 1, 20 (2001).
- [10] V.P. Plakhty, A.B. Stratilatov, S. Beloglazov. Sol. Stat. Commun. 103, 12, 683 (1997).
- [11] А.В. Бабинский, С.Л. Гинзбург, Е.И. Головенчиц, В.А. Санина. Письма в ЖЭТФ 57, 5, 289 (1993).
- [12] Е.И. Головенчиц, С.Л. Гинзбург, В.А. Санина, А.В. Бабинский. ЖЭТФ 107, 1641 (1995).
- [13] В.Г. Цирельсон. Итоги науки и техники. Кристаллохимия. Т. 27 (1993). 268 с.
- [14] D.W.J. Cruckshank. Computing methods in crystallography / Ed. J.S. Rollet. Pergamon Press (1965). C. 112.
- [15] P.J.C. Becker, P. Coppens. Acta Cryst. A30, 129 (1974).
- [16] К.И. Кугель, Д.И. Хомский. УФН 136, 4, 621 (1982).
- [17] G.A. Gehring, K.A. Gehring. Report Progr. Phys. **38**, 1 (1975).
- [18] И.Б. Берсукер. Электронное строение и свойства координационных соединений. Химия, Л. (1986). 287 с.
- [19] R.D. Shannon. Acta Cryst. A32, 751 (1976).
- [20] A.T. Boothroyd, S.M. Doyle, D.M.K. Paul, R. Osborn. Phys. Rev. B45, 17, 10075 (1992).
- [21] R. Sachidanandam, T. Yidirim, A.B. Harris, A. Aharony, O. Entin–Wohlman. Phys. Rev. B56, 1, 260 (1997).
- [22] Е.И. Головенчиц, В.А. Санина. ФТТ 41, 1437 (1999).
- [23] E.I. Golovenchits, V.A. Sanina. Phys. B284–288, 1369 (2000).
- [24] Б.А. Струков, А.П. Леванюк. Физические основы сегнетоэлектрических явлений в кристаллах. Наука, М. (1995). 301 с.
- [25] Z. Fisk, P.G. Pagliuso, J.A. Sanjurjo, C. Rettori, S.B. Oseroff, J.L. Sarrao, A.A. Martin, N.O. Moreno, H. Martinho. Phys. B305, 1, 48 (2001).