

УДК 537.312.62

© 1990

## О КУПРАТНЫХ СВЕРХПРОВОДНИКАХ С АНОМАЛЬНО ВЫСОКИМИ $T_c$

*M. V. Красинькова, Б. Я. Мойжес*

Делается попытка анализа свойств известных купратных сверхпроводников для выяснения резервов увеличения  $T_c$ . Высказываются предположения о возможных причинах наблюдаемых иногда аномально высоких  $T_c$  ( $>200$  К). Среди них: 1) возможность превращения на поверхности образцов  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$  пассивных слоев  $\text{CuO}_{1-\delta}$  в активные слои  $\text{CuO}_2$ ; 2) возможность образования на поверхности нескольких эпигексагональных слоев  $\text{CuO}$ , в которых дополнительный ион Cu занимает свободную катионную позицию в слоях  $\text{CuO}_2$ . Таким образом, образуется оптимальная структура  $\text{Cu}_2\text{O}_2$  (по отношению к подложке), которая не имеет еще и балластных слоев.

1. Купратные сверхпроводники (КСП) обладают самыми высокими  $T_c$ . Так, для  $\text{La}_{2-x}\text{Sr}_x\text{CuO}_4$  характерна  $T_c \approx 40$  К, для  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$  —  $T_c \approx 90$  К и для  $\text{Ca}_2(\text{CuO}_2)_3(\text{BaO})_2(\text{TiO}_2)$  —  $T_c \approx 120$  К. Однако имеются многочисленные сообщения о наблюдении сверхвысокотемпературной сверхпроводимости (СВТСП) с  $T_c \approx 200 \div 250$  К (см. [1, 2] и ссылки там). Явление СВТСП изучено очень плохо, так как оно плохо воспроизводится и неустойчиво: исчезает при пропускании более сильных токов, при термоциклировании или даже просто при хранении. Это говорит о том, что явление имеет, по-видимому, поверхностный или филаментарный характер. Однако по нашему мнению, получение столь высоких  $T_c$  очень важно с принципиальной точки зрения. Дело в том, что до сих пор нет теории сверхпроводимости купратов и потому поиск новых материалов ведется главным образом методом проб и ошибок. Получение (хотя бы изредка) образцов с высокими  $T_c$  делает более реальными шансы на успех таких поисков, показывая, что оптимальные составы КСП, по-видимому, еще не получены.

Одна из причин неоптимальности имеющихся КСП проистекает из керамической технологии получения образцов, по которой получаются только фазы, устойчивые при высоких температурах  $\sim 1000$  °С. Но при таких температурах  $\text{Cu}^{3+}$  неустойчив и переходит в  $\text{Cu}^{2+}$  или даже  $\text{Cu}^{1+}$ . Поэтому, чтобы получить медь в состоянии промежуточной валентности с  $\langle z \rangle_{\text{opt}} \approx 2.15 \div 2.4$ , образцы отжигают затем длительное время в атмосфере кислорода при пониженных температурах. По такой технологии можно получить лишь те фазы, содержащие  $\text{Cu}^{3+}$ , которые имеют широкую область гомогенности по кислороду и устойчивы как при высоких, так и при низких температурах. Значительно больше возможностей представляют пленочные технологии. Но при этом важно лучше представлять себе, среди каких структур и составов можно ожидать максимальные  $T_c$ , а не просто воспроизводить составы, получаемые по керамической технологии.

В настоящей статье делается попытка проанализировать, что является неоптимальным в известных КСП, а затем на основе этого анализа сделать некоторые предположения относительно природы аномально высоких  $T_c$ .

2. У всех КСП главным структурным элементом являются слои  $\text{CuO}_2$  с плоскоквадратной координацией ионов меди. При нейтральности слоев  $\text{CuO}_2$  медь имела бы заряд  $z=4+$ , а не  $\langle z \rangle_{\text{opt}}=2.15 \div 2.4$ , достигаемый

тем, что наряду со слоями  $\text{CuO}_2$  в КСП имеются д<sup>1</sup> угие слои с положительным зарядом: катионные ( $\text{Ca}^{2+}$ ,  $\text{Y}^{3+}$  ...) или окисные ( $\text{LaO}^{1+}$ ). Эти же слои являются соединительными между слоями  $\text{CuO}_2$ , делающими кристалл устойчивой фазой.

Представляется, что наиболее важными свойствами, определяющими высокие  $T_c$  КСП и отличающими их от других  $d$ -окислов, являются следующие.

1) Очень сильное перекрытие  $d_{x^2-y^2}$ -электронов ионов меди с  $p$ -электронами ионов кислорода. Вследствие неплотной упаковки соседних слоев (например,  $\text{LaO}$  в  $\text{La}_{2-x}\text{Sr}_x\text{CuO}_4$ ) сжимающие силы Маделунга компенсируются главным образом в слоях  $\text{CuO}_2$ , в результате чего расстояние  $\text{Cu}-\text{O}$  в этих слоях оказывается существенно меньше, чем в д<sup>1</sup> угих окислах  $\text{Cu}^{2+}$  (1.91 Å в КСП и 1.96 Å в  $\text{CuO}$  — тенорите).

2) Следствием п. 1 является увеличение энергии трансляции  $t_{pp}$  и антиферромагнитного (АФ) взаимодействия  $d_{x^2-y^2}$ -электронов между соседними узлами меди в слое  $\text{CuO}_2$ . Нарушение трансляционной симметрии в слоях  $\text{CuO}_2$  всегда сильно уменьшает  $T_c$ . Поэтому предпочтительнее такие структуры, где оптимальная концентрация носителей получается вообще без нарушения трансляционной симметрии, например в  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$ .

3) Вследствие п. 1 и 2 при высоких уровнях легирования электропроводность имеет металлический характер — электроны (дырки) не локализуются вблизи донорных (акцепторных) центров даже при низких температурах.

4) Электрические и магнитные связи вдоль слоев значительно сильнее, чем между слоями. Это тоже следствие сильного перекрытия электронных оболочек ионов меди и кислорода в слоях  $\text{CuO}_2$ , а также наличия одного или нескольких соединительных слоев между слоями  $\text{CuO}_2$ .

Когда все ионы меди в слоях  $\text{CuO}_2$  имеют конфигурацию  $d^9$  ( $z=+2$ ), КСП являются АФ-изоляторами Мотта—Хаббарда. Максимальные  $T_c$  получаются при некоторых оптимальных концентрациях дырок в нижней хаббардовской зоне или электронов в верхней.

Из сказанного можно сделать вывод, что для увеличения  $T_c$  надо увеличивать: а) количество активных слоев  $\text{CuO}_2$  за счет уменьшения балластных соединительных слоев; б) взаимодействие между ионами меди в соседних слоях  $\text{CuO}_2$ , т. е. взаимодействие вдоль оси  $C$ ; в) перекрытие ионов меди и кислорода в слоях  $\text{CuO}_2$  (возможно, используя давление).

3. Рассмотрим с этих позиций достоинства и недостатки основных известных структур КСП.

$\text{La}_{2-x}\text{Sr}_x\text{CuO}_4$ . Отношение количества активных слоев  $\text{CuO}_2$  к количеству соединительных слоев  $\text{LaO}$  составляет 1 : 2. Магнитная связь между слоями  $\text{CuO}_2$  уменьшается вследствие того, что АФ-взаимодействие между соседними слоями  $\text{CuO}_2$  отлично от нуля лишь вследствие небольшого смещения подрешеток при фазовом переходе из тетрагональной фазы в орторомбическую. Легирующие примеси находятся в слоях, соседних с  $\text{CuO}_2$ , и поэтому при легировании в какой-то мере нарушается трансляционная симметрия самих слоев  $\text{CuO}_2$ .

$\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$  имеет 6 слоев, содержащих катионы: блок из двух активных слоев  ${}^{II}\text{CuO}_2$ , разделенных слоем  $\text{Y}^{3+}$ ; два слоя  $\text{BaO}$  и слой  ${}^I\text{CuO}_{1-\delta}$ . Структура  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$  имеет ряд преимуществ по сравнению с  $\text{La}_{2-x}\text{Sr}_x\text{CuO}_4$ . При нестехиометрии по кислороду трансляционная симметрия нарушается не в соседнем с  ${}^{II}\text{CuO}_2$  слое, а через слой. Магнитные ионы  ${}^{II}\text{Cu}^{2+}$  расположены друг над другом, и поэтому АФ-взаимодействие между слоями  ${}^{II}\text{CuO}_2$  сильнее, чем в  $\text{La}_2\text{CuO}_4$ , и не связано со структурным фазовым переходом из тетрагональной фазы в орторомбическую. Поэтому и  $T_N$  выше. Слой  ${}^I\text{CuO}_{1-\delta}$  непосредственно в образовании сверхпроводящего состояния, по-видимому, не участвует; поэтому примеси, вводимые в этот слой, слабоказываются на  $T_c$ . Однако за счет этого рыхлого слоя очень сильно ускоряется диффузия кислорода при низкотемпе-

ратурном отжиге [3] и образцы получаются более однородными, с лучшими магнитными свойствами.

$\text{CuO}_2(\text{CaCuO}_2)_n(\text{BaO})_2(\text{TiO})_2$ . В этих соединениях активные слои  $\text{CuO}_2$  вместе с соединительными катионными слоями  $\text{Ca}^{2+}$  образуют блоки, отделенные друг от друга слоями  $\text{BaO}$  и  $\text{TiO}$  (обычно по 2 слоя). При максимальных  $T_c$  ( $n \approx 2$ ) отношение количества слоев  $\text{CuO}_2$  к количеству соединительных слоев равно 1 : 2, как в  $\text{La}_{2-x}\text{Sr}_x\text{CuO}_4$ . Оптимальная концентрация дырок получается не за счет гетеровалентных примесей, нарушающих трансляционную симметрию, а за счет перехода электронов из слоев  $\text{TiO}$  в слои  $\text{CuO}_2$ . При  $n > 3$  начинается уменьшение  $T_c$  с увеличением  $n$ , по-видимому, вследствие неоптимальной концентрации и неэквивалентности слоев  $\text{CuO}_2$ . Однако вряд ли слои  $\text{TiO}$  можно рассматривать только как донорные и соединительные. Дело в том, что  $\text{Ti}^{2+}$  в кристаллах и растворах склонен к диспропорционированию ( $2\text{Ti}^{2+} \rightarrow \text{Ti}^{1+} + \text{Ti}^{3+}$ ). Пары, образующиеся при диспропорционировании ( $\text{Ti}^{1+}$ ), вместе со свободными узлами ( $\text{Ti}^{3+}$ ), как известно по другим соединениям ( $\text{Pb}_{1-x}\text{Ti}_x\text{Te}$  [4],  $\text{Ba}_{1-x}\text{K}_x\text{BiO}_3$  [5] . . .), могут стимулировать образование сверхпроводящего состояния. Аналогичную роль в КСП могут играть ионы  $\text{Bi}$  ( $\text{Bi}^{3+} - \text{Bi}^{5+}$ ),  $\text{Pb}$  ( $\text{Pb}^{2+} - \text{Pb}^{4+}$ ) и  $\text{Ag}$  ( $\text{Ag}^{1+} - \text{Ag}^{3+}$ ).

4. Образцы с аномально высокими  $T_c$  ( $T_c > 200$  К) всегда получаются на основе структуры  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$  [2]. Высокие  $T_c$  наблюдаются чаще после низкотемпературного отжига при повышенных давлениях кислорода. В [2] были получены образцы, выдержавшие довольно много циклов измерений даже с увеличением  $T_c$  при циклировании. Однако при нагревании аномально высокие  $T_c$  исчезают и остается  $T_c \sim 90$  К. Диамagnetизм в образцах с СВТСП не превышает 1 % от идеального, максимально допустимые токи не превышают миллиампер. Все это указывает, что аномальная сверхпроводимость имеет поверхностный или филаментарный характер.

Чтобы объяснить эти данные, вернемся к  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$  и попробуем выяснить, имеются ли в этой структуре какие-то скрытые резервы для повышения  $T_c$ . Прежде всего видно, что слой  ${}^1\text{CuO}_{1-\delta}$  сильно отличается от слоев  ${}^{II}\text{CuO}_2$ . Если бы слой  ${}^{II}\text{CuO}_{1-\delta}$  превратился в активный слой  $\text{CuO}_2$ , то отношение количества активных слоев к количеству соединительных увеличилось бы от 1 : 2 до 1 : 1. Кроме того, усилились бы электрические и магнитные связи по оси  $C$ , которые являются слабым местом для сверхпроводимости. При этом, однако, надо иметь в виду, что ионы  $\text{Cu}^{2+}$  имеют не сферическую, а вытянутую в одном направлении форму. В слоях  ${}^{II}\text{CuO}_2$  большая ось ионов  $\text{Cu}^{2+}$  располагается перпендикулярно слою, а в слоях  ${}^1\text{CuO}_{1-\delta}$  — в плоскости слоя. Чтобы дополнить слои  ${}^1\text{CuO}_{1-\delta}$  до  $\text{CuO}_2$ , надо, чтобы большая ось  $\text{Cu}^{2+}$  повернулась в вертикальное положение, а этому будут препятствовать ионы  $\text{O}^{2-}$ , расположенные в слоях  $\text{BaO}$  выше и ниже  ${}^1\text{Cu}$ . Осуществить такое преобразование в объеме, видимо, трудно. Однако вблизи поверхности дестройка слоя  ${}^1\text{CuO}_{1-\delta}$  до  $\text{CuO}_2$  может происходить с меньшей затратой энергии. Можно предположить, что такая трансформация «пассивного» слоя  ${}^1\text{CuO}_{1-\delta}$  в активный слой  $\text{CuO}_2$  у поверхности и приводит к увеличению  $T_c$  приповерхностного слоя  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$ .

Однако более интересным представляется объяснение, связанное с образованием на поверхности плоскости  $\text{BaO}$  кристалла  $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$  эпитаксиального слоя  $\text{CuO}$  [6]. В таком эпитаксиальном слое в отличие от внутренних слоев  $\text{CuO}_2$  ионы меди могли бы занимать обе катионные позиции, т. е. по отношению к подложке образовался бы слой  $\text{Cu}_2\text{O}_2$ . В объеме трансформация  $\text{CuO}_2$  в  $\text{Cu}_2\text{O}_2$  невыгодна, так как над дополнительным ионом меди сверху и снизу были бы катионы  $\text{Ba}^{2+}$  и  $\text{Y}^{3+}$ . Но на поверхности над промежуточным слоем  ${}^1\text{CuO}_2$ , находящимся на слое  $\text{BaO}$ , вполне возможно образование такого слоя. При этом на поверхности может даже образоваться несколько эпитаксиальных слоев  $\text{CuO}$  с искаженной решеткой  $\text{NaCl}$  (аналогично  $\text{NiO}$ ,  $\text{MnO}$ ) вместо обычной моноклинной решетки

тенорита (возможность такой альтернативной структуры для CuO обсуждается в [7]).

Такая пленка CuO (или  $Cu_2O_2$  по отношению к подложке) обладала бы при оптимальной концентрации носителей тока рядом существенных преимуществ по сравнению с имеющимися купратными сверхпроводящими: а) концентрация работающих электронов в слое  $Cu_2O_2$  вдвое больше, чем в слое  $CuO_2$ ; б) увеличивается и количество активных сверхпроводящих слоев — нет балластных соединительных слоев; в) усиливается электрическая и магнитная связь между ионами меди внутри слоев  $CuO_2$  и между этими слоями.

Что касается оптимальной концентрации носителей тока, то она может достигаться либо за счет отклонения от стехиометрии, либо введением гетеровалентных ионов.

Таким представляется возможное объяснение аномально высоких  $T_c$ , наблюдавших иногда на поверхности  $YBa_2Cu_3O_{7-\delta}$ . Отсюда более понятны и другие свойства образцов с высокими  $T_c$ . Эпитаксиальная пленка  $Cu_2O_2$  образуется не всегда, а только при особо благоприятных условиях. При перегреве или продолжительном хранении она может необратимо перекристаллизоваться в обычный CuO (тенорит) или другой оксид меди.

Справедлива ли предлагаемая гипотеза, ответ должен дать эксперимент. Однако сделанное выше замечание о полезности трансформации слоя  $^1CuO_{1-\delta}$  в еще один активный сверхпроводящий слой, как нам кажется, имеет самостоятельное значение.

#### Список литературы

- [1] Josfarndt H. D., Galfy M., Freimuth A., Wohlleben D. // Sol. St. Comm. 1989. V. 69. N 9. P. 911—913.
- [2] Chen J. T., Gian L.-X., Wang L.-Q., Wehger L. E., Logothetis E. M. // Mod. Phys. Lett. B. 1990 (to be published).
- [3] Goodenough J. B. // Mat. Pes. Bull. 1988. V. 23. N 3. P. 401—412; Krebs H. U., Wördenweber R. // J. Appl. Phys. 1988. V. 63. N 5. P. 1642—1645.
- [4] Черник И. А., Лыков С. Н. // Письма в ЖТФ. 1981. Т. 7. № 2. С. 34—96; ФТТ. 1981. Т. 23. № 5. С. 1400—1406.
- [5] Batlogg B., Cava R. J., Schneemeyer L. F., Espinosa G. P. // IBM, J. Develop. 1989. V. 33. N 3. P. 208—214.
- [6] Красинькова М. В., Мойжес Б. Я. // ФТТ. 1988. Т. 30. № 7. С. 2221—2223.
- [7] Уэллс А. // Структурная неорганическая химия. М.: Мир, 1989. Т. 1. 408 с.

Физико-технический институт  
им. А. Ф. Иоффе АН СССР  
Ленинград

Поступило в Редакцию  
23 марта 1990 г.