

О ФАЗОВЫХ ПЕРЕХОДАХ В ИНТЕРВАЛЕ 77—300 К В СВЕРХПРОВОДЯЩИХ КЕРАМИКАХ R-Ba₂Cu₃O_{7-δ}

И. Г. Гусаковская, С. И. Пирумова, Л. О. Атовян, В. Н. Коваленко, С. Лысиков

После сообщения [1] о влиянии температурных циклирований в области 77—240 К на $T_{\text{к}}$ СП ромбической фазы YBa₂Cu₃O_{7-δ} опубликованы многочисленные данные, например [2—4], о наличии в этой керамике фазового перехода с $T_{\text{k}} \sim 240$ К. С этим переходом авторы последующих работ и связывают возрастание T_{k} СП в [1].

Нами [5—7] проведено детальное изучение перехода при ~ 240 К двумя совмещенными методами — калориметрическим и резистивным — в системах ромбической фазы R-Ba₂Cu₃O_{7-δ} ($R=Y, Eu, Sm$) на образцах, полученных двумя методами — СВС [8] и печным.

Основные экспериментальные результаты этого изучения состоят в следующем.

1. Исходные образцы печного синтеза имеют один эндотермический переход при ≈ 240 К, температура и тепловой эффект которого зависят от тепловой обработки вблизи перехода и в переходе [6]. Независимо от обработки образцы характеризуются величиной T_{k} СП $\sim 90—92$ К.

2. В исходных образцах печного синтеза, длительно термостабилизированных во время синтеза и медленнее обычного охлажденных до комнатной температуры, фазовый переход при 240 К отсутствует; T_{k} СП $\sim 90—92$ К.

3. В исходных СВС образцах может быть два перехода в областях ~ 240 и ~ 265 К [9]. За несколько температурных циклирований (~ 10) от 77 до 300 К со скоростью ~ 0.1 град/мин переходы постепенно уменьшаются по величине и исчезают. Образцы как в исходном состоянии, так и после циклирований имеют одну и ту же T_{k} СП.

4. После термостабилизации СВС образцов при повышенных температурах (> 300 К) переходы при 240 и 265 К отсутствуют.

Эти результаты позволяют нам сделать вывод, что при синтезе ромбической фазы переход тетрагональная \rightarrow ромбическая фаза при высоких температурах синтеза является неполным и в большинстве случаев в структуре образцов, охлажденных после синтеза до 300 К, имеются примеси тетрагональной фазы. И только специальная термообработка при высоких температурах после синтеза приводит к образованию структуры со 100 %-ным содержанием ромбической фазы. Достижение в структуре концентрации ромбической фазы, равной 1, возможно, как показывают наши экспериментальные данные [9], и при низкотемпературных циклированиях и происходит, на наш взгляд, именно в переходе при ~ 240 К. Судя по наблюдаемым нами уменьшающимся с числом циклов тепловым эффектам этого фазового перехода, концентрация тетрагональных примесей не превышает $\sim 1\%$.

Как показали наши измерения [6—7, 9], температурные циклирования, приводящие к уменьшению и исчезновению фазового перехода при 240 К, не связаны с изменением T_{k} СП. Это неудивительно: переход при 240 К есть переход «остаточной» тетрагональной фазы в ромбическую. Кажется очевидным, что изменения T_{k} СП должны быть следствием структурных изменений только СП ромбической фазы.

В [7] мы показали, что при температурных циклированиях в области 80—150 К СВС керамики EuBa₂Cu₃O_{7-δ} ромбической фазы температура T_{k} СП варьирует от 78 до 95 К в исходных образцах, а после нескольких проведенных циклирований в этой области температур вариации T_{k} СП составили 92—95 К.

Эти эксперименты проводились следующим образом: исходный образец, имеющий T_{k} СП = 85 К, медленно (~ 0.2 град/мин) разогревался до определенных температур, лежащих в интервале 80—150 К, при которых закалялся (40 град/мин) до 77 К и вновь разогревался со скоростью 0.2 град/мин. Было установлено, что закалка от ~ 90 и $\sim 140—150$ К приводит к обратному увеличению T_{k} СП до 95 К, а от 110—115 К — к уменьшению до 78 К в исходных образцах; аналогичные обратимые изменения T_{k} СП от 92 до 95 К, как уже сказано выше, характерны для образцов после нескольких циклирований.

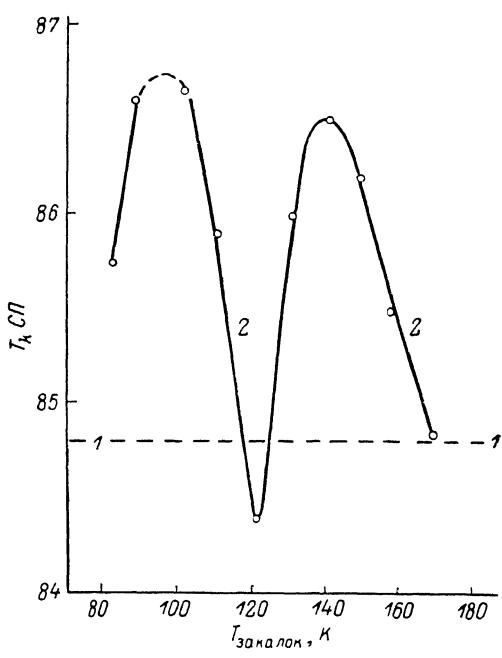
На основании этих результатов мы делаем предположение, что в ромбической фазе этой керамики имеются по меньшей мере два низкотемпературных перехода (~ 90 и ~ 140 К), циклирование в которых приводит к изменению T_{k} СП. Поскольку T_{k} СП исходного образца 85 К, а после циклирований устойчивое значение T_{k} СП становится равным 92 К, то подвижный слабо связанный кислород, имеющийся в образцах СВС [8], стабилизируется в структуре

во время этих переходов. Возможные структурные изменения ромбической фазы, связанные с этими переходами, являются медленными (релаксационными) и, как показывают экспериментальные данные, могут быть закалены до 77 К. По всей видимости, в указанных областях температур протекают обратимые окислительно-восстановительные реакции, связанные с перераспределением зарядов в медно-кислородном комплексе, что может приводить к сдвигам температуры T_k СП.

В последнее время появился ряд сообщений [10–13] аналогичного характера. В [10] при температурных циклированиях обнаружен сходный сдвиг в T_k СП $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$ от 78 до 91 К. В [11] указывается на возможность «структурных нестабильностей» ромбической фазы в ин-

тервале 60–140 К, в [12] отмечается необычно высокое значение теплоемкости выше T_k СП, в [13] установлен максимум c_p для температур сразу выше T_k СП.

Результаты недавно проведенных нами исследований ромбической фазы $\text{EuBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$ печного синтеза показаны на рисунке. При синтезе керамики была тщательно термостабилизирована и при ее калориметрическом исследовании фазовый переход при 240 К отсутствовал в отличие от образцов, исследованных нами в [7]. Исходный образец имел T_k СП ~ 85 К. Данные рисунка хорошо согласуются с результатами [7]: наблюдается обратимое изменение T_k СП ~ на 3 К при закалках вещества при указанных на рисунке температурах.



Влияние отжига на T_k СП ромбической фазы образца $\text{EuBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$ печного синтеза.
1 — исходный образец, 2 — вариации T_k СП при отжиге.

Изучение в сходных условиях $\text{YBa}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$ ромбической фазы печного синтеза приводит по нашим предварительным данным к аналогичным результатам.

Сопоставляя эти данные, мы предполагаем, что фазовые низкотемпературные переходы в ромбических фазах характерны для этих керамик независимо от R .

Помимо низкотемпературных переходов в ромбической фазе керамических материалов $R\text{-Ba}_2\text{Cu}_3\text{O}_{7-\delta}$ при температурных циклированиях в области 77–300 К возможны изменения размера двойников. В [12] с помощью электронного микроскопа высокого разрешения установлено, что двойники, характерные для ромбической фазы, значительно уменьшаются в размерах в области температур до ~220 К и снова восстанавливаются до исходных размеров выше 220 К. По предположению, высказанному в [14], кислородные вакансии тяготеют к границам двойников; возрастание этих границ при уменьшении размера двойников может, по-видимому, привести к дополнительному заселению ионами кислорода объемных позиций O(5) структуры и к возникновению дополнительных дырок Cu^{+3} , как это следует из энергетических расчетов [15].

Вполне возможно, что совокупность окислительно-восстановительных реакций в низкотемпературных переходах с изменением размера двойников в ромбической фазе может быть причиной влияния температурных циклирований на T_k СП керамик.

Список литературы

- [1] Bhargava R., Herko S., Osborne W. // Phys. Rev. Lett. 1987. Vol. 59. N 13. P. 1468–1471.
- [2] Balogh A., Puff W., Liszkay L., Molnár B. // Phys. Rev. B. 1988. Vol. 38. N 4. P. 2883–2885.
- [3] Calemczuk R., Bonjour E., Henry J. et al. // Phys. C. 1988. Vol. 153–155. P. 960–961.
- [4] Yin Hua-ging, Gao Yi-mei, Du Jia-ju et al. // Appl. Phys. Lett. 1988. Vol. 52. N 22. P. 1899–1900.
- [5] Гусаковская И., Пирумова С., Ованесян Н. Препринт ОИХФ АН СССР. № Т-14517. Черноголовка, 1988.

- [6] Гусаковская И., Пиругова С., Атовян Л. // СФХТ. 1989. Т. 2. № 7. С. 61—64.
[7] Гусаковская И., Пиругова С., Атовян Л. О. и др. // ЖТФ. 1989. Т. 59. Вып. 10. С. 172—174. Препринт ОИХФ АН СССР. №Т-21195. Черноголовка, 1988.
[8] Мержанов А. Г., Боровинская И. П. // ДАН СССР. 1972. Т. 204. С. 366—369.
[9] Гусаковская И. Г., Пиругова С. И., Ткачев В. В. и др. // СФХТ. 1989. Т. 2. № 9. С. 114—118.
[10] Toulouse J., Wang X., Hong D. // Phys. Rev. B. 1988. Vol. 38. N 10. P. 7077—7079.
[11] Sun K., Winfree W., Xu M. et al. // Phys. Rev. B. 1988. Vol. 38. N 16. P. 11988—11991.
[12] Smith J., Wohleben D. // Z. Phys. B. Condensed Matter. 1988. Vol. 72. N 3. P. 323—334.
[13] Сухаревский Б. Я., Цыбульский Е. О., Письменова Н. Е. и др. // ФНТ. 1988. Т. 14. № 10. С. 1108—1112.
[14] Goodenough J., Manthiram A. // Intern. J. Modern Phys. B. 1988. Vol. 2. N 3—4. P. 379—391.
[15] Baetzold Roger C. // Phys. Rev. 1988. Vol. 38. N 16. P. 11304—11322.

Отделение института
химической физики АН СССР
п/о Черноголовка
Московской обл.

Поступило в Редакцию
19 сентября 1989 г