11

Термодинамически неравновесные состояния в манганите лантана LaMnO₃, легированном 5 at.% Ва

© В.Д. Седых¹, В.С. Русаков², В.В. Кведер¹, Г.Е. Абросимова¹, В.И. Кулаков¹, И.Е. Курицына¹

¹ Институт физики твердого тела РАН,

Черноголовка, Россия

² Московский государственный университет им. М.В. Ломоносова,

Москва, Россия

E-mail: sedykh@issp.ac.ru

(Поступила в Редакцию 8 апреля 2014 г.)

Методом мессбауэровской спектроскопии и рентгеновской дифрактометрии исследованы структурные переходы в соединении LaMnO_{3+ δ}, легированном 5 ат.% Ва, отожженном в вакууме и охлажденном при разных условиях: очень быстрое (закалка в жидкий азот), быстрое и медленное охлаждение до комнатной температуры. Экспериментально показано, что ромбоэдрическая структура ($\delta > 0$) синтезированного соединения при вакуумном отжиге с последующим быстрым охлаждением сначала переходит в смесь из трех орторомбических фаз *Pnma*II, *Pnma*II^{*} и *Pnma*II со стехиометрическим составом по кислороду ($\delta = 0$). Затем в зависимости от длительности вакуумного отжига наблюдается необычное флуктуационное изменение парциального соотношения фаз. Флуктуации исчезают при медленном охлаждении и закалке образца.

Работа выполнена при поддержке РФФИ (грант № 12-02-00303-а).

1. Введение

В манганитах лантана, меняя условия синтеза и термообработки, можно получать набор структурных модификаций, основными из которых являются ромбоэдрическая (пространственная группа $R\bar{3}c$) и две орторомбические (общая пространственная группа Pnma) фазы.

В нашей предыдущей работе [1] мы показали, что ромбоэдрическая структура поликристаллического манганита лантана $La_{0.95}Ba_{0.05}MnO_{3+\delta}$, легированного барием, синтезированного методом золь-гель, при вакуумном отжиге переходит в смесь трех орторомбических фаз, имеющих стехиометрический состав. Дальнейший вакуумный отжиг приводит к флуктуационному изменению парциального соотношения орторомбических фаз в зависимости от длительности отжига.

Марганец в манганитах лантана имеет смешанную валентность: Mn³⁺ (ян-теллеровский ион) и Mn⁴⁺. Соединения с ян-теллеровскими ионами обычно характеризуются сильными искажениями решетки и сильной корреляцией решеточной и электронной подсистем [2].

При введении двухвалентной примеси бария, замецающей трехвалентный лантан, в решетке образуются кислородные вакантные места. Поэтому уже при синтезе на воздухе часть ионов Mn^{3+} переходит в Mn^{4+} , и кислород, приходящий с Mn^{4+} , занимает в первую очередь эти вакантные места в решетке, а затем уже межузельные позиции.

В настоящей работе методами мессбауэровской спектроскопии и рентгеновской дифрактометрии исследованы структурные превращения в легированном барием манганите лантана La_{0.95}Ba_{0.05}MnO_{3+δ}, в зависимости от условий охлаждения образца (очень быстрое — закалка

в жидкий азот, быстрое и медленное охлаждение до комнатной температуры) после вакуумного отжига.

2. Эксперимент

Поликристаллический образец La_{0.95}Ba_{0.05}MnO_{3+ δ} получен золь-гель методом на воздухе. Для мессбауэровских исследований во время синтеза в образец был введен мессбауэровский изотоп ⁵⁷Fe (2 ат.%). Синтез соединения подробно описан в работе [3].

Образцы отжигались в вакууме при 650° C (10^{-3} Torr) с разной длительностью. После вакуумных отжигов охлаждение образцов было проведено трех режимах при непрерывной вакуумной откачке реактора с образцом. Первый режим — быстрое охлаждение после вакуумного отжига, когда реактор с образцом после отжига вынимался из печи и охлаждался до комнатной температуры. Второй режим — медленное охлаждение до комнатной температуры, скорость охлаждения 50°C/h. Третий режим — очень быстрое (закалка в жидкий азот) охлаждение образца после вакуумного отжига.

Соотношение валентных состояний марганца Mn^{3+}/Mn^{4+} определялось методом иодометрического титрования.

Мессбауэровские измерения проведены при комнатной температуре на поликристаллических образцах на спектрометре СМ 1101, работающем в режиме постоянного ускорения.

Съемка дифрактограмм порошковых образцов проводилась на дифрактометре Siemens D-500 (Си $K_{\alpha 1}$ - и Со K_{α} -излучение) при комнатной температуре. Расчет параметров решетки выполнен по программе PowderCell (Werner Kraus & Gert Nolze, BAM Berlin).



Puc. 1. Рентгеновские дифрактограммы образцов закаленного (фаза *PnmaI*) (*a*), медленно охлажденного (смесь фаз *PnmaI* и *PnmaII**) (*b*), и фрагмент дифрактограмм для интервала углов $2\theta = 52-57^{\circ}$ (*c*).

3. Результаты и обсуждение

Ранее исследовании базового при соединения было обнаружено, LaMnO_{3+ δ} нами что при переходе из PnmaI В Pnma II появляется еше одна орторомбическая фаза, которую мы назвали промежуточной фазой *Pnma*II* [4]. Она не является самостоятельной и появляется только при переходе из одной орторомбической фазы в другую.

Согласно рентгеновским данным, синтезированный поликристаллический образец $La_{0.95}Ba_{0.05}Mn_{0.98}Fe_{0.02}O_{3+\delta}$ является однофазным и имеет ромбоэдрическую структуру (пространственная группа $R\bar{3}c$). Поскольку в манганитах лантана существуют обратимые структурные переходы [5], орторомбические фазы (общая пространственная группа *Pnma*) получены отжигом в вакууме при 650°C синтезированного образца с ромбоэдрической структурой.

Данные по титрованию показывают, что в ромбоэдрической структуре находится порядка 32% ионов Mn⁴⁺, а после вакуумного отжига количество Mn⁴⁺ составляет 5%. Это означает, что количество ионов Mn⁴⁺ равно количеству примеси бария, т.е. соединение после вакуумного отжига имеет стехиометрический состав по кислороду ($\delta = 0$). Отсюда следует, что в манганитах, легированных двухвалентной примесью, в чистом виде фазу *PnmaII*, в которой должны присутствовать только ионы Mn³⁺, получить нельзя, поскольку уже при синтезе

Параметры решетки фазы Pnma образца La_{0.95}Ba_{0.05}Mn_{0.98}Fe_{0.02}O₃, отожженного в вакууме при температуре 650°C с различной длительностью отжига t_{an} с последующей закалкой в жидкий азот

t _{an} , h	a, Å	b, Å	c, Å	$V, \text{ Å}^3$
5	5.528(2)	7.856(3)	5.531(2)	240.2(3)
7	5.529(2)	7.864(3)	5.534(2)	240.6(3)
8	5.529(2)	7.867(3)	5.535(2)	240.7(3)

на воздухе часть ${\rm Mn}^{3+}$ переходит в ${\rm Mn}^{4+}$, причем его минимальное количество равно количеству примеси ($\delta=0$).

В легированном барием соединении параметры решетки и объем ячейки фаз увеличиваются по сравнению с базовым соединением LaMnO_{3+ δ} [3]. Это связано с тем, что ионный радиус Ba²⁺ (1.35 Å) значительно больше ионного радиуса La³⁺ (1.15 Å).

Из рентгеновских данных следует, что в синтезированном соединении $La_{0.95}Ba_{0.05}Mn_{0.98}Fe_{0.02}O_{3+\delta}$ с ростом длительности вакуумного отжига ромбоэдрическая фаза начинает переходить в орторомбическую фазу PnmaI, количество которой растет [1]. После вакуумного отжига в течение 4h, когда ромбоэдрическая фаза исчезает, вместо фазы PnmaI образуется смесь орторомбических фаз PnmaI и PnmaII* со стехиометрическим составом по кислороду. Как было показано нами в работе [1], дальнейшее увеличение длительности вакуумного отжига с последующим быстрым охлаждением приводит к флуктуационному изменению парциального соотношения орторомбических фаз. Такое поведение является необычным для соединения со стехиометрическим составом по кислороду ($\delta = 0$). Ранее на примере базового соединения нами было показано, что LaMnO₃ со стехиометрическим составом является стабильным и сохраняет структурное состояние без изменения при вакуумном отжиге вплоть до распада на окислы [4].

Согласно рентгеновским данным, в образце с медленным охлаждением формируется смесь орторомбических фаз *Pnma*I и *Pnma*II* (рис. 1, *b*), их соотношение и параметры решетки с длительностью вакуумного отжига практически не меняются и составляют a = 5.557(2) Å, b = 7.787(3) Å, c = 5.541(2) Å для *Pnma*I и a = 5.636(2) Å, b = 7.728(3) Å, c = 5.531(2) Å для *Pnma*II*. После закалки формируется только фаза *Pnma*I (рис. 1, *a*), параметры решетки которой стабильны и практически не меняются с длительностью вакуумного отжига (см. таблицу). На рис. 1, *c* приведен фрагмент дифрактограмм для интервала углов $2\theta = 52-57^{\circ}$. Таким образом, флуктуации исчезают при медленном охлаждении и закалке и существуют только при быстром охлаждении после вакуумного отжига.

Поскольку параметры решеток орторомбических фаз близки, при наличии смеси фаз рентгенографически разделить их очень трудно. Однако с помощью мессбауэровской спектроскопии легко идентифицировать каждую фазу и оценить ее вклад.

Для мессбауэровских исследований в соединение было введено 2 at.% ⁵⁷Fe. Из оценки величин изомерных сдвигов (0.36–0.37 mm/s) следует, что железо в соединении во всех фазах находится в трехвалентном состоянии. Катион Fe³⁺ замещает Mn^{3+} . Поскольку ионы Fe³⁺ и Mn^{3+} имеют близкие ионные радиусы, то такое замещение не вносит заметных структурных искажений в решетку.

Мессбауэровский спектр синтезированной ромбоэдрической фазы для соединения, легированного барием, имеет относительно узкие линии; он обрабатывался одним дублетом ($\Delta = 0.32$ mm/s, IS = 0.36 mm/s, $\Gamma = 0.33$ mm/s).

Мессбауэровские спектры смеси орторомбических фаз представляют собой сильно уширенные квадрупольно-расщепленные дублеты, что может быть обусловлено суперпозицией нескольких подспектров с разными значениями квадрупольного расщепления Д. В качестве примера на рис. 2 приведено несколько мессбауэровских спектров для образцов, отожженных в вакууме с разной длительностью и быстро охлажденных до комнатной температуры. Для обработки спектров использовалась программа DISTRI из комплекса программ MSTools [6] и определялись распределения квадрупольных расщеплений $P(\Delta)$, которые для нескольких мессбауэровских спектров приведены на рис. 2.

Из рис. 2 следует, что распределение $P(\Delta)$ имеет три максимума, которые, как показано в нашей работе [7], соответствуют трем орторомбическим фазам, а не двум, как следует из рентгеновского анализа. Первый максимум в распределении $P(\Delta)$ — с максимальным значением Δ — имеет локальное окружение, соответствующее фазе *Pnma*II с максимальными искажениями решетки, связанными с эффектом Яна-Теллера. Третий максимум в $P(\Delta)$ — с минимальным значением Δ — имеет локальное окружение, соответствующее фазе *Pnma*II с максимальным значением Δ — имеет локальное окружение, соответствующее фазе *Pnma*II с минимальным значением Δ — имеет локальное окружение, соответствующее фазе *Pnma*II с минимальным окружения, которая является более симметричной по сравнению с *Pnma*II [4,7]. Второй максимум в $P(\Delta)$ соответствует промежуточной фазе *Pnma*II*.

Наличие трех сосуществующих фаз означает, что исследуемая система является термодинамически неравновесной [8,9].

В легированном барием манганите лантана стехиометрического состава после быстрого охлаждения относительные интенсивности трех максимумов в распределении $P(\Delta)$ сильно флуктуируют с длительностью вакуумного отжига (рис. 3, *a*).

Мессбауэровские спектры образцов, отожженных в вакууме с разной длительностью отжига и затем медленно охлажденных, практически идентичны (рис. 4, a). Соответствующее распределение $P(\Delta)$ приведено на рис. 4, b. При медленном охлаждении система должна



Рис. 2. ⁵⁷Fe мессбауэровские спектры, измеренные при комнатной температуре (вверху), и соответствующие распределения $P(\Delta)$ (внизу) для смеси трех орторомбических фаз в La_{0.95}Ba_{0.05}Mn_{0.98}Fe_{0.02}O₃ для разных времен вакуумного отжига с последующим быстрым охлаждением образцов.



Рис. 2 (продолжение).

стремиться к квазиравновесному состоянию. Зависимость интенсивностей трех максимумов, соответствующих трем орторомбическим фазам, от длительности вакуумного отжига с последующим медленным охлаждением показана на рис. 3, b. Из распределения $P(\Delta)$ для медленно охлаждаемой системы следует, что после 4h вакуумного отжига, когда исчезает ромбоэдрическая фаза, в смеси трех орторомбических фаз PnmaI доминирует. С ростом длительности вакуумного отжига интенсивности максимумов сначала монотонно меняются, а затем приходят к практически равновероятному соотношению (равновероятное парциальное соотношение фаз). Можно считать, что после длительного вакуумного отжига (более 6 h) с последующим медленным охлаждением система приходит к квазиравновесному состоянию.

Из распределения $P(\Delta)$ следует, что независимо от условий вакуумного отжига позиции максимумов в каждой фазе как для медленного, так и для быстрого охлаждения [1] после вакуумного отжига практически не меняются. Это означает, что в каждой фазе локальное окружение практически стабильно и не зависит от условий термообработки, меняется только парциальное соотношение орторомбических фаз.

Закалка фиксирует только одну фазу *Pnma*I с постоянными мессбауэровскими параметрами ($\Delta = 0.24$ mm/s, IS = 0.37 mm/s, $\Gamma = 0.32$ mm/s) (рис. 4, *c*). Из рис. 3, *b* следует, что при медленном охлаждении и закалке образцов флуктуации структурных изменений отсутствуют.

На основании анализа полученных экспериментальных данных для легированного барием соединения $La_{0.95}Ba_{0.05}Mn_{0.98}Fe_{0.02}O_{3+\delta}$ можно предположить следующую схему структурных превращений. В манганитах лантана с ян-теллеровскими ионами существует янтеллеровская температура $(T_{\rm J-T})$, обусловленная кооперативным эффектом Яна-Теллера, при которой происходит переход орбитальный порядок-беспорядок [10]. В этом случае при вакуумном отжиге, когда температура выше Т_{Ј-Т}, орбитальный порядок исчезает, фазы Рпта II и PnmaII* перестают существовать, и должна присутствовать только фаза Pnma I. Экспериментальные данные показывают, что закалка образцов от такой температуры как раз фиксирует фазу PnmaI. В этом состоянии отсутствует ян-теллеровская (J-T) мода, присутствует только тилтинговая (Т) мода (поворот октаэдров MnO₆). При температуре ниже Т_{І-Т} появляется орбитальный порядок и начинают формироваться все орторомбические фазы.



Рис. 3. Интенсивность максимумов в распределении $P(\Delta)$ (рис. 2) в зависимости от длительности вакуумного отжига для быстро охлажденного (*a*), медленно охлажденного (внизу) и закаленного в жидкий азот (вверху) образцов (*b*).



Рис. 4. ⁵⁷ Fe мессбауэровский спектр, измеренный при комнатной температуре (*a*), и соответствующее распределение $P(\Delta)$ (*b*) для образца, отожженного в течение 8 h и медленно охлажденного до комнатной температуры, $c - {}^{57}$ Fe мессбауэровский спектр образца, отожженного в течение 6 h и закаленного в жидкий азот.

При медленном охлаждении формируется квазиравновесное состояние, которое характеризуется наличием трех орторомбических фаз [11].

Можно предположить, что при быстром охлаждении система попадает в область температур, где тилтинговая и ян-теллеровская моды равновероятны, и становится неустойчивой. В таком неустойчивом состоянии появляются конкурирующие процессы, связанные с изменением вклада ян-теллеровской моды. Это может привести к флуктуациям структурных соотношений в термодинамически неравновесной системе, состоящей из трех орторомбических фаз. Возможно, наличие промежуточной фазы $Pnma II^*$ способствует образованию такого неустойчивого состояния и облегчает структурные переходы между фазами.

Явления, наблюдаемые нами в соединении La_{0.95}Ba_{0.05}Mn_{0.98}Fe_{0.02}O₃, требуют дальнейших исследований. Однако мы предполагаем, что наличие флуктуаций соотношения орторомбических фаз при определенных условиях термообработки может быть обусловлено стохастическими процессами, происходящими в термодинамически неравновесных системах при наличии в них неустойчивых состояний [12].

4. Заключение

Методами мессбауэровской спектроскопии и рентгеновской дифракции исследованы термодинамически неравновесные состояния в манганите лантана, легированном 5 at.% Ва, со стехиометрическим составом по кислороду в зависимости от условий охлаждения образца (закалка в жидкий азот, быстрое и медленное охлаждение) после вакуумного отжига. Медленное охлаждение приводит систему к квазиравновесному состоянию, в котором присутствуют три орторомбические фазы. При закалке от температуры выше ян-теллеровской температуры, когда разрушается орбитальный порядок, формируется одна фаза *Pnma* I. При быстром охлаждении после вакуумного отжига возникают флуктуации парциального соотношения орторомбических фаз.

Список литературы

- V. Sedykh, V.S. Rusakov, V.V. Kveder, I.I. Zver'kova, VI. Kulakov. Mater. Lett. 96, 82 (2013).
- [2] R. Englman. The Jahn-Teller effect in molecules and crystals. Wiley-Interscience, N.Y.-London (1972). 350 p.
- [3] В.Д. Седых, В.С. Русаков, И.И. Зверькова, А.В. Дубовицкий, В.И. Кулаков. ФТТ 54, 3, 555 (2012).
- [4] V. Sedykh, G.E. Abrosimova, V.Sh. Shekhtman, I.I. Zver'kova, A.V. Dubovitskii, V.I. Kulakov. Physica C 418, 3-4, 144 (2005).
- [5] V. Sedykh, V.Sh. Shekhtman, I.I. Zverkova, A.V. Dubovitskii, V.I. Kulakov. Physica C 433, 189 (2006).
- [6] В.С. Русаков. Изв. РАН. Сер. физ. 7, 1093 (1999).
- [7] V. Sedykh, V.S. Rusakov. AIP Conf. Proc. 108, 1258 (2010).
- [8] И.М. Шмытько, Е.А. Кудренко, Г.К. Струкова. ФТТ 51, 9, 1834 (2009).
- [9] A.B. Beznosov, E.L. Fertman, V.A. Desnenko, A. Feher, M. Kajnakova, C. Ritter, D. Khalyavin. Low Temp. Phys. 35, 6, 571 (2009).
- [10] T. Chatterji, B. Ouladdiaf, P. Mandal, B. Ghosh. Solid State Commun. 131, 2, 75 (2004).
- [11] В.Е. Найш. ФММ 85, 6, 5 (1998).
- [12] А.А. Кацнельсон. Физика неравновесных конденсированных систем (синергетические аспекты). МГУ, М. (2004). 100 с.