УДК 669.15'74'71;546.3

ТРОЙНАЯ СВЕРХСТРУКТУРА В СПЛАВАХ КВАЗИБИНАРНОЙ СИСТЕМЫ. Но(Fe_{1-x}Mn_x)₂

А. С. Илюшин

(кафедра физики твердого тела)

В последние годы в качестве перспективных магнитострикционных материалов внимание исследователей привлекают соединения редкоземельных металлов с железом стехиометрии RFe₂, кристаллизующиеся в структурном типе кубических фаз Лавеса C15 [1—7]. На соединении TbFe₂ при компатной температуре получены гигантские значения константы магнитострикции ~ 10⁻³ [5].

Одним из возможных путей целенаправленного поиска новых магнитострикционных материалов на базе редкоземельных интерметаллидов является синтез и систематическое изучение структуры и свойств квазибинарных систем типа $R'_{1-x}R_x''T_2$ или $R(T'_{1-x}T_x'')_2$, изоструктурных фазам Лавеса типа C15. Атомно-кристаллическую структуру фазы Лавеса типа C15 стехиометрии RT_2 можно рассматривать как состоящую из двух подрешеток, узлы одной из которых заняты атомами редкоземельного R-металла, а узлы другой — атомами T-металла. Вторая подрешетка состоит из правильных тетраэдров, сочлененных между собой либо вершинами, либо основаниями [1]. При синтезе квазибинарных систем типа $R(T'_{1-x}T_x'')_2$ атомы T' и T'' распределяются по узлам второй подрешетки, образуя твердый раствор.

Соединения типа RFe₂ с тяжелыми редкоземельными металлами представляют собой ферримагнетики, магнитная структура которых состоит из двух подрешеток с противоположно направленными намагниченностями [2, 5]. В работе [6] было показано, что в тройной системе Tb (Fe_{1-x}Rh_x)₂ при концентрациях x=0,5 в 3d-подрешетке возникает антипараллельная ориентация локальных магнитных моментов на атомах железа и родия, приводящая к значительному уменьшению магнитного момента 3d-подрешетки и к соответствующему росту среднего момента тройного соединения Tb (Fe_{0,5}Rh_{0,5})₂. В результате этого константа магнитострикции λ тройного соединения заметно превышает λ для соедишения TbFe₂. Подобный эффект был обнаружен и в системе Tb (Fe_{1-x}Mn_x)₂ при x=0,6 [7]. Поскольку характер локального распределения атомов по 3d-подрешетке квазибинарных систем интерметаллидов существенным образом влияет на их физические свойства, экспериментальное изучение такого распределения представляет собой актуальную задачу.

Целью настоящей работы явилось изучение локального распределения атомов железа и марганца в 3*d*-подрешетке интерметаллидов квазибинарной системы Ho (Fe_{1-x}Mn_x)₂.

Методики синтеза и термической обработки образцов интерметаллидов системы $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$ подробно описаны в работе [3]. Были синтезированы образцы системы $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$ следующих составов по x: 0; 0,2; 0,4; 0,6; 0,7; 0,75; 0,8. Рентгеновский фазовый анализ подтвердил их однофазность и изоструктурность фазе Лавеса C15.

Атомные амплитуды рассеяния для железа и марганца близки повеличине, поэтому традиционные рентгеновские методы изучения атомного распределения в случае системы Ho(Fe_{1-x}Mn_x)₂ малоэффективны. В работах [8—10] были развиты методики исследования локального атомного порядка в сплавах с помощью ядерного гамма-резонанса (ЯГР). Они позволяют изучать распределение резонансных атомов в кристаллических решетках тройных и многокомпонентных сплавов с различными атомными структурами. В настоящей работе исследование интерметаллидов системы Ho(Fe_{1-x}Mn_x)₂ проводилось при комнатной температуре методом ЯГР в мёссбауэровском спектрометре типа «Эльрон» по схеме «на поглощение» с источником ⁵⁷Co(Pd). Калибровка спектрометра осуществлялась по эталону а-железа. Методика приготовления образцов для мёссбауэровских измерений описана в [3].

Мёссбауэровские спектры поглощения интерметаллидов системы Но (Fe_{1-x}Mn_x)₂ различных составов приведены на рис. 1. Видно, что



Рис. 1. Мёссбауэровские ЯГР-спектры поглощения интерметаллидов квазибинарной системы Но (Fe_{1-x}Mn_x)₂ составов (по x): 0 (a), 0,2 (b), 0,4 (b) и 0,8 (c)

все ЯГР-спектры обладают сверхтонкой структурой (СТС), характер которой изменяется по мере увеличения концентрации марганца в системе.

ЯГР-спектр интерметаллида $HoFe_2$ обладает СТС, состоящей из одного спектрального секстета, обусловленного зеемановским расщеплением (рис. 1, *a*). Такая СТС ЯГР-спектра интерметаллида $HoFe_2$ соответствует ориентации вектора спонтанного магнитного момента вдоль оси (100) кубической фазы C15 [5].

Изоморфное замещение 20% атомов железа атомами марганца в системе Но ($Fe_{1-x}Mn_x$)₂ приводит к заметной трансформации СТС ЯГР-спектра сплава Но ($Fe_{0,8}Mn_{0,2}$)₂ (рис. 1, б). Компоненты зеемановского секстета ЯГР-спектра этого сплава уширяются, и соотношение интенсивностей компонент секстета изменяется по сравнению со случаем СТС ЯГР-спектра интерметаллида НоFe₂. Такая трансформация СТС обусловлена тем обстоятельством, что сплав Но ($Fe_{0,8}Mn_{0,2}$)₂ представляет собой фазу переменного состава и резонансные атомы железа имеют «разброс» эффективных магнитных полей. Увеличение концентрации марганца в системе Но ($Fe_{1-x}Mn_x$)₂ до 40 ат.% приводит к тому, что СТС ЯГР спектра сплава Но ($Fe_{0,6}Mn_{0,4}$)₂ трансформируется

в асимметричный дублет. Общий вид СТС не меняется при дальнейшем повышении концентрации марганца (рис. 1, *в-г*).

Согласно данным магнитных измерений [4], температуры Кюри T_c сплавов системы Ho (Fe_{1-x}Mn_x)₂ при 0,4 $\leq x \leq 1$ расположены ниже 300 К, т. е. при комнатной температуре эти сплавы находятся в парамагнитном состоянии. Отсюда ясно, что наблюдающаяся в виде слегка асимметричного дублета СТС ЯГР спектра сплава Ho (Fe_{0,6}Mn_{0,4})₂ обусловлена квадрупольным электрическим взаимодействием (рис. 1, *в*).

Дальнейшее последовательное увеличение концентрации марганца в системе Ho (Fe_{1-x}Mn_x)₂ от x=0,6 до x=0,8 не изменяет общего вида СТС ЯГР спектров сплавов (ср. рис. 1, в и г).

Из [1] известно, что структура тройной фазы Лавеса типа C15 допускает образование упорядоченного распределения атомов в 3*d*подрешетке с образованием сверхструктуры стехиометрии $R \times (T'_{0,25}T''_{0,75})_2$. В этом случае структурный тип тройной фазы будет относиться к тригональной сингонии с ромбоэдрической пространственной группой $R\overline{3m}$ — D^5_{3d} . В гексагональном описании в ее элементарной ячейке насчитывается 18 атомов в трех структурно неэквивалентных положениях: 6*R* в 6(*c*), 3*T'* в 3(*b*) и 9*T''* в 9(*e*).

Расчет СТС ЯГР-спектров проводился с использованием модели, предложенной в работе [11] для интерпретации данных мёссбауэровских исследований системы $Ti(Fe_{1-x}Mn_x)_2$. В этой модели в подрешетке 3*d*-металла интерметаллидов системы Но ($Fe_{1-x}Mn_x$) имеется два типа неэквивалентных положений: (*e*) и (*b*), каждое из которых характеризуется своей конфигурацией локального окружения и своей позиционной симметрией.

Резонансные атомы железа, занимающие положения (e) и (b), будут давать два симметричных спектральных дублета, отличающихся друг от друга величинами изоморфных химических сдвигов $\delta_{(e)}$ и $\delta_{(b)}$ и квадрупольных расщеплений $\Delta E_{(e)}$ и $\Delta E_{(b)}$.

При статистическом распределении атомов железа по положениям (e) и (b) в 3d-подрешетке тройных интерметаллидов системы Но (Fe_{1-x}Mn_x)₂ соотношение интегральных интенсивностей спектральных дублетов должно быть равным отношению числа этих положений друг к другу в структуре типа C15, т. е. трем, и не должно зависеть от состава интерметаллидов. В случае же упорядоченного распределения атомов железа и марганца по узлам (e) и (b) отношение интегральных интенсивностей будет отличным от 3.

Результаты расчетов СТС ЯГР-спектров интерметаллидов системы Но (Fe_{1-x}Mn_x)₂ показаны на рис. 1, в, г штриховыми и сплошными линиями (штриховые линии — спектральные дублеты от резонансных атомов в положениях (е) и (b), сплошные — теоретические спектры). Точки изображают экспериментальные ЯГР-спектры. Данные расчета хорошо согласуются с экспериментом.

На рис. 2 изображена кривая (1) концентрационной зависимости отношения интегральных интенсивностей $I_{(e)}/I_{(b)}$ спектральных дублетов, относящихся к резонансным атомам железа в положе-





ниях (e) н (b). Видно, что с ростом концентрации марганца в системе $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$ отношение $I_{(e)}/I_{(b)}$ резко уменьшается и достигает значения 0,57 вблизи x=0,75.

Такое поведение кривой концентрационной зависимости отношения $I_{(e)}/I_{(b)}$ свидетельствует о том, что в системе Ho (Fe_{1-x}Mn_x)₂ имеет место упорядоченное распределение атомов железа и марганца по узлам 3d-подрешетки. Атомы железа преимущественно сосредоточены в вершинах тетраэдров, а атомы марганца — в их основаниях. При таком распределении атомов железа и марганца в структуре тройных интерметаллидов образуются локальные конфигурации, обладающие более высокой концентрацией пар атомов типа «марганец—марганец» и «марганец—железо» по сравнению со случаем статистического распределения атомов то 3d-подрешетке. Подобные закономерности в распределении атомов железа и марганца были обнаружены в системах Ti (Fe_{1-x}Mn_x)₂, Tb (Fe_{1-x}Mn_x)₂, а также в твердых растворах железа в α -и β -модификациях марганца [8—12].

Согласно данным теоретических расчетов [13], энергии взаимодействия пар атомов Мп--Мп, Мп--Fe, Fe--Fe соотносятся между собой следующим образом:

 $E_{MnMn} > E_{MnFe} > E_{FeFe}$.

Отсюда можно заключить, что образование упорядоченного атомного распределения в 3*d*-подрешетке системы $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$ энергетически более выгодно по сравнению со статистическим, так как при этом возрастает число взаимодействующих пар Mn—Mn и Mn—Fe и уменьшается число пар атомов Fe—Fe.

Расчеты параметров дальнего порядка η_{Fe} для интерметаллидов системы Ho (Fe_{1-x}Mn_x)₂ различного состава, проведенные по методике [14], представлены также на рис. 2 (кривая 2). Легко видеть, что на этой кривой максимальное значение $\eta = 0,52$ достигается вблизи x = -0,75. Таким образом, экспериментально установлено образование в системе Ho (Fe_{1-x}Mn_x)₂ тройной сверхструктуры стехиометрии Ho (Fe_{0.25}Mn_{0.75})₂.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

[1] Теслюк М. Ю. Металлические соединения со структурами фаз Лавеса. М., 1969. [2] Wallace W. E. Rare Earth Intermetallics. N. Y.—L.: Academic Press, 1973. [3] Hyusbin A. S., Wallace W. E./J. Solid State Chem. 1976. 17. P. 131—133. [4] Merches M., Narasimhan K. S. V. L., Wallace W. E., Hyushin A. S.// //AIP Conf. Proc. 1976. 34. P. 233—235. [5] Белов К. П. Редкоземельные магнетики и их применение. М., 1980. [6] Стеценко П. Н., Антипов С. Д., Мостафа М. А.//Письма в ЖЭТФ. 1979. 29. С. 684—687. [7] Илюшин А. С. Введение в структурную физику редкоземельных интерметаллических соединений. М., 1984. [8] Илюшин А. С.//Вестн. Моск. ун-та. Сер. 3, Физ. Астрон. 1980. 21, № 1. С. 94—95. [9] Илюшин А. С., Корчажкин В. В.//ФММ. 1980. 49. С. 1323—1326. [10] Нуизhin А. S.// Асtа Стузt. 1984. А40. Suppi. P. 145. [11] Sharon T. E., Tsuei C. С.//Phys. Rev. 1970. B2, N 7. P. 2302—2308. [12] Илюшин А. С., Никанорова И. А.//Вестн. Моск. ун-та. Сер. 3, Физ. Астрон. 1982. 23, № 5. С. 27— 31. [13] Панин В. Е. и др. Теория фаз в сплавах. Новосибирск, 1984. [14] Кривоглаз М. А., Смирнов А. А. Теория упорядочивающихся сплавов. М., 1958.

Поступила в редакцию 28.03.86