УДК 669.15'74'71;546.3

## ТРОЙНАЯ СВЕРХСТРУКТУРА В СПЛАВАХ КВАЗИБИНАРНОЙ СИСТЕМЫ: $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$

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  $\sim 10^{-3}$  [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 С15. Атомно-кристаллическую структуру фазы Лавеса типа C15 стехиометрии RT2 можно рассматривать как состоящую из двух подрешеток, узлы одной из которых заняты атомами редкоземельного R-металла, а узлы другой — атомами Т-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'' распределя-

ются по узлам второй подрешетки, образуя твердый раствор.

Соединения типа RFe<sub>2</sub> 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 Тb(Fe<sub>0,5</sub>Rh<sub>0,5</sub>)<sub>2</sub>. В результате этого константа магнитострикции  $\lambda$  тройного соединения заметно превышает λ для соединения TbFe<sub>2</sub>. 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 3d-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 С15.

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  $\text{Ho}(\text{Fe}_{1-x}Mn_x)_2$  проводилось при комнатной температуре методом ЯГР в мёссбауэровском спектрометре типа «Эльрон» по схеме «на поглощение» с источником  $^{57}\text{Co}(\text{Pd})$ . Калибровка спектрометра осуществлялась по эталону  $\alpha$ -железа. Методика приготовления образцов для мёссбауэровских измерений описана в [3].

Мёссбауэровские спектры поглощения интерметаллидов системы  $\text{Ho}\left(\text{Fe}_{1-x}\text{Mn}_x\right)_2$  различных составов приведены на рис. 1. Видно, что

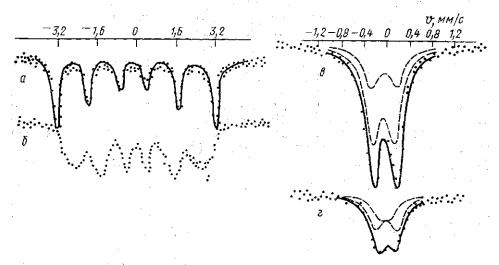


Рис. 1. Мёссбауэровские ЯГР-спектры поглощения интерметаллидов квазибинарной системы Но ( $\text{Fe}_{1-x}\text{Mn}_x$ ) $_2$  составов (по x): 0 (a), 0,2 (b), 0,4 (b) и 0,8 (c)

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  $\langle 100 \rangle$  кубической фазы C15 [5].

Изоморфное замещение 20% атомов железа атомами марганца в системе  $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$  приводит к заметной трансформации СТС ЯГР-спектра сплава  $Ho(Fe_{0,8}Mn_{0,2})_2$  (рис. 1,6). Компоненты зеемановского секстета ЯГР-спектра этого сплава уширяются, и соотношение интенсивностей компонент секстета изменяется по сравнению со случаем СТС ЯГР-спектра интерметаллида  $HoFe_2$ . Такая трансформация СТС обусловлена тем обстоятельством, что сплав  $Ho(Fe_{0,8}Mn_{0,2})_2$  представляет собой фазу переменного состава и резонансные атомы железа имеют «разброс» эффективных магнитных полей. Увеличение концентрации марганца в системе  $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$  до 40 ат. % приводит к тому, что СТС ЯГР спектра сплава  $Ho(Fe_{0,6}Mn_{0,4})_2$  трансформируется

в асимметричный дублет. Общий вид СТС не меняется при дальней-

шем повышении концентрации марганца (рис. 1, s-c).

Согласно данным магнитных измерений [4], температуры Кюри  $T_C$  сплавов системы  $\operatorname{Ho}(\operatorname{Fe}_{1-x}\operatorname{Mn}_x)_2$  при  $0,4 \leqslant x \leqslant 1$  расположены ниже 300 K, т. е. при комнатной температуре эти сплавы находятся в парамагнитном состоянии. Отсюда ясно, что наблюдающаяся в виде слегка асимметричного дублета СТС ЯГР спектра сплава  $\operatorname{Ho}(\operatorname{Fe}_{0,6}\operatorname{Mn}_{0,4})_2$  обусловлена квадрупольным электрическим взаимодействием (рис.  $1, \mathfrak{s}$ ).

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 д).

Из [1] известно, что структура тройной фазы Лавеса типа C15 допускает образование упорядоченного распределения атомов в 3d-подрешетке с образованием сверхструктуры стехнометрии  $R \times (T'_{0,25}T''_{0,75})_2$ . В этом случае структурный тип тройной фазы будет относиться к тригональной сингонии с ромбоэдрической пространственной группой R3m— $D^5_{3d}$ . В гексагональном описании в ее элементарной ячейке насчитывается 18 атомов в трех структурно неэквивалентных положениях: 6R в 6(c), 3T' в 3(b) и 9T'' в 9(e).

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

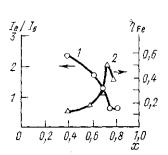
Резонансные атомы железа, занимающие положения (e) и (b), будут давать два симметричных спектральных дублета, отличающихся друг от друга величинами изоморфных химических сдвигов

 $\delta_{(e)}$  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  $\mathrm{Ho}(\mathrm{Fe}_{1-x}\mathrm{Mn}_x)_2$  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  $\operatorname{Ho}(\operatorname{Fe}_{1-x}\operatorname{Mn}_x)_2$  показаны на рис. 1,  $\mathfrak s$ ,  $\mathfrak s$  штриховыми и сплошными линиями (штриховые линии— спектральные дублеты от резонансных атомов в положениях  $(\mathfrak e)$  и  $(\mathfrak b)$ , 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-

Рис. 2. Кривые концентрационных зависимостей отношения интегральных интенсивностей  $I_{(e)}/I_{(b)}$  (1) и параметра дальнего порядка  $\eta_{Fe}$  (2) для системы  $Ho(Fe_{1-x}Mn_x)_2$ 

ниях (e) и (b). Видно, что с ростом концентрации марганца в системе  $\text{Ho}(\text{Fe}_{1-x}\text{Mn}_x)_2$  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  $Ho\left(Fe_{1-x}Mn_x\right)_2$  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 по 3d-подрешетке. Подобные закономерности в распределении атомов железа и марганца были обнаружены в системах  $Ti\left(Fe_{1-x}Mn_x\right)_2$ ,  $Tb\left(Fe_{1-x}Mn_x\right)_2$ , а также в твердых растворах железа в  $\alpha$ - и  $\beta$ -модификациях марганца [8—12].

Согласно данным теоретических расчетов [13], энергии взаимодействия пар атомов Мп-Мп, Мп-Fe, Fe-Fe соотносятся между со-

бой следующим образом:

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

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

Расчеты параметров дальнего порядка  $\eta_{Fe}$  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] Ilyushin 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., Ilyushin 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] Пуизhin А. S.// Аста Стуят. 1984. А40. Suppl. Р. 145. [11] Sharon T. E., Тяшеі С. С.//Рhys. Rev. 1970. В2, N. 7. Р. 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