Влияние гидрирования на магнитные и магнитоупругие свойства соединений R_2 Fe₁₄B (R =Nd, Gd, Er и Lu)

© Е.А. Терешина, И.С. Терешина*

Московский государственный университет им. М.В. Ломоносова,

119992 Москва, Россия

* Институт металлургии и материаловедения им. А.А. Байкова Российской академии наук,

119991 Москва, Россия

E-mail: janety@mail.ru

(Поступила в Редакцию 11 апреля 2005 г.)

Исследованы температурные зависимости намагниченности $\sigma(T)$, магнитострикции $\lambda(T)$ и линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$ интерметаллических соединений R_2 Fe₁₄B (R = Nd, Gd, Er и Lu) и их гидридов R_2 Fe₁₄BH_{2.5}. Измерения намагниченности проводились на маятниковом магнитометре в интервале температур 77–700 K в магнитном поле H = 500 Oe. Измерения магнитострикции и теплового расширения проводились тензометрическим методом в интервале температур 77–420 K. Установлено, что в соединении Gd₂Fe₁₄BH_{2.5} при $T_{SR} = 235$ K возникает спин-переориентационный переход (СПП). В соединения с Nd и Er на кривых $\sigma(T)$, $\lambda(T)$ и $\alpha(T)$ обнаружены аномалии, связанные с СПП. Для изученных соединений уточнены температуры СПП, построены магнитные фазовые диаграммы. В гидридах R_2 Fe₁₄BH_{2.5} (R = Nd, Er) на кривых $\alpha(T)$ обнаружены аномалии немагнитной природы, связанные с процессом упорядочения водорода в кристаллической решетке этих соединений.

Работа поддержана Федеральной программой поддержки ведущих научных школ (№ НШ-205.2003.2).

PACS: 75.30.Kz, 75.80.+q, 65.40.De

1. Введение

Редкоземельные интерметаллические соединения с высоким содержанием железа R₂Fe₁₄B (R — редкоземельный (РЗ) металл) привлекают особое внимание в связи с тем, что на основе соединения Nd₂Fe₁₄B получены постоянные магниты с рекордными значениями энергетического произведения $(BH)_{max} = 56.7 \text{ MG} \cdot \text{Oe} [1,2].$ Ранее установлено положительное влияние гидрирования на магнитные свойства соединений R₂Fe₁₄B, а именно: 1) повышение температуры Кюри; 2) увеличение коэрцитивности сплавов Nd-Fe-B с помощью процессов, известных как HDDR (по начальным буквам названий процессов гидрирования, диспропорционирования, десорбции и рекомбинации) [3,4]. Несмотря на то что соединениям R₂Fe₁₄B посвящено большое число работ, ряд вопросов, связанных с влиянием гидрирования на магнитокристаллическую анизотропию (МКА), спин-переориентационные переходы (СПП), магнитострикцию и тепловое расширение, исследован недостаточно полно из-за сложности получения гидридов в монокристаллическом состоянии.

Соединения R_2 Fe₁₄B кристаллизуются в структуре типа Nd₂Fe₁₄B с пространственной группой симметрии $P4_2/mnm$ [1]. Элементарная ячейка содержит четыре формульные единицы (68 атомов). Атомы железа находятся в шести кристаллографических положениях (4*e*, 4*c*, 8*j*₁, 8*j*₂, 16*k*₁, 16*k*₂), неодима — в двух (4*f*, 4*g*), бора — в одном (4*f*). При этом атомы неодима образуют пары в кристаллографических направлениях [110]. Атомы железа занимают позиции, образующие объемно центрированные гексагональные призмы. Атомы бора находятся в центрах тригональных призм, образованных атомами Fe в позициях 16k и 4e. Каждая элементарная ячейка состоит из восьми слоев атомов, с помощью чередования которых строится решетка вдоль тетрагональной оси c.

Известно [5], что структура соединений R_2 Fe₁₄B в результате гидрирования не изменяется, но наблюдается увеличение объема элементарной ячейки (см. таблицу). Нейтронографические исследования показали, что атомы водорода заполняют тетраэдрические пустоты [6,7]. В том случае, когда R — легкий РЗ-ион, атомы водорода прежде всего заполняют позиции 16k и имеют в ближайшем окружении два РЗ-атома и два атома Fe; в том случае, когда R — тяжелый РЗ-ион, атомы водорода заполняют позиции 8 *j* и имеют в ближайшем окружении три РЗ-атома и один атом Fe.

Магнитная структура соединений R_2 Fe₁₄B с легкими немагнитными РЗ-ионами и Y является коллинеарной ферромагнитной, а с тяжелыми РЗ-металлами — ферромагнитной. Магнитная анизотропия подрешетки Fe сравнима по величине с анизотропией РЗ-подрешетки. При низких температурах основной вклад в магнитную анизотропию вносит подрешетка РЗ-металла, а при при высоких — подрешетка Fe. По этой причине в соединениях R_2 Fe₁₄B и их гидридах наблюдается большое разнообразие СПП.

Известно, что температура СПП весьма чувствительна к величине внешнего магнитного поля. Поэтому при исследовании СПП в соединениях R_2 Fe₁₄B и их гидридах возникает необходимость использования либо "бесполевой" методики, либо методики, позволяющей проводить измерения магнитных свойств в достаточно слабых магнитных полях. Целью настоящей работы Er₂Fe₁₄BH_{2.5}

Lu₂Fe₁₄B

Соединение	a,Å	c,Å	$V, Å^3$	$\Delta V/V,\%$	T_C, \mathbf{K}	$T_{\rm SR}, {\rm K}$
Nd ₂ Fe ₁₄ B	8.80	12.22	946.32	_	595	135
$Nd_2Fe_{14}BH_{2.5}$	8.90	12.28	972.70	2.8	635	135
$Gd_2Fe_{14}B$	8.76	12.00	920.85	_	661	—
$Gd_2Fe_{14}BH_{2.5}$	8.84	12.09	944.78	2.3	746	235
Er ₂ Fe ₁₄ B	8.73	11.94	909.98	_	554	327

901.27

2.75

2.06

639

535

620

365

8.82 12.02 935.06

11.88

8.71

Lu₂Fe₁₄BH_{2.5} 8.77 11.96 919.88

Кристаллографические и магнитные характеристики соединений R_2 Fe₁₄B и их гидридов

является исследование влияния гидрирования на магнитные и магнитоупругие свойства интерметаллических соединений R_2 Fe₁₄B (R = Nd, Gd, Er и Lu). Изучены особенности температурного поведения намагниченности $\sigma(T)$, продольной магнитострикции $\lambda_{\parallel}(T)$ и линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$ в монокристаллах R_2 Fe₁₄B и их гидридах в области температур спиновой переориентации.

2. Методика измерений

Технология приготовления образцов R₂Fe₁₄B и R_2 Fe₁₄BH_{2,5} (R = Nd, Gd, Er и Lu) подробно описана ранее в работе [8]. Измерения намагниченности были проведены на маятниковом магнитометре в статических магнитных полях до 13 kOe в интервале температур 77-700 К. Измерения продольной магнитострикции и теплового расширения $\Delta l/l$ проводились тензометрическим методом на пластинах с линейными размерами $7-10 \times 5-8 \times 1-1.5 \text{ mm}$, представляющих собой сростки монокристаллических блоков с разориентацией кристаллических осей с 2-10°. Направление измерений совпадало с преимущественным направлением кристаллографической оси с. При измерении теплового расширения образцы предварительно охлаждались до температуры 77 К, далее производился нагрев образца, причем скорость изменения температуры не превышала 1 К/min. Измерения проводились в области температур 77-420 К через каждые 2 К, что позволяло фиксировать особенности на кривых $\Delta l/l(T)$. Из температурных зависимостей теплового расширения $\Delta l/l$ с помощью метода численного дифференцирования были получены температурные зависимости линейного коффициента теплового расширения

$$\alpha(T) = \frac{1}{l} \frac{d}{dT} l(T).$$

Ошибка определения коэффициента теплового расширения по нашим оценкам не превышала 10%.

3. Результаты и обсуждение

3.1. Lu₂Fe₁₄B и Lu₂Fe₁₄BH_{2.5}. Сначала мы изучили магнитные и магнитоупругие свойства монокристал-

ла Lu₂Fe₁₄B и его гидрида Lu₂Fe₁₄BH_{2.5}, поскольку ион лютеция не обладает локализованным магнитным моментом и на примере данных соединений можно изучать магнитные свойства подрешетки железа для соединений R₂Fe₁₄B и их гидридов. Как известно [1], соединение Lu₂Fe₁₄B обладает магнитной анизотропией типа ось легкого намагничивания (ОЛН) во всем интервале температур магнитного упорядочения. На рис. 1 показана температурная зависимость намагниченности соединения Lu₂Fe₁₄B, а также $\sigma(T)$ для гидрированного образца Lu₂Fe₁₄BH_{2.5}, измеренные в магнитном поле H = 500 Ое, приложенном вдоль кристаллографической оси с. Из рис. 1 видно, что вплоть до температур, близких к температуре Кюри (T_C) , $\sigma(T)$ изменяется очень слабо. В районе Тс наблюдается резкий спад намагниченности. Гидрирование приводит к значительному увеличению температуры магнитного упорядочения (см. таблицу). На рис. 2 представлены температурные зависимости теплового расширения монокристалла Lu₂Fe₁₄B



Рис. 1. Температурные зависимости намагниченности соединения Lu₂Fe₁₄B (1) и его гидрида Lu₂Fe₁₄BH_{2.5} (2), измеренные вдоль оси *с* в магнитном поле H = 500 Oe.



Рис. 2. Температурные зависимости теплового расширения монокристаллов Lu₂Fe₁₄B (*I*) и Lu₂Fe₁₄BH_{2.5} (*2*), измеренные вдоль оси *c*. На вставке — температурные зависимости линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$.



Рис. 3. Температурная зависимость константы магнитной анизотропии K_1 соединения Lu₂Fe₁₄B (*1*) и его гидрида Lu₂Fe₁₄BH_{2.5} (*2*).

и его гидрида. На вставке к рис. 2 приведены кривые температурной зависимости линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$. Видно, что зависимость $\alpha(T)$ исходного соединения Lu₂Fe₁₄B имеет две ярко выраженные особенности: широкий максимум в интервале температур $250 \le T \le 300$ К и достаточно четкий минимум при T = 330 К. При гидрировании особенности, наблюдаемые на температурной зависимости $\alpha(T)$, становятся более выраженными и смещаются в сторону высоких температур.

Объяснить особенности температурного поведения $\alpha(T)$ этих соединений можно наличием в решетке шести кристаллографически неэквивалентных положений атомов Fe и смешанного обменного взаимодействия (ферро- и антиферромагнитного) в парах Fe-Fe, которое крайне чувствительно к изменению межатомных расстояний (вследствие теплового расширения или гидрирования). Немонотонное поведение с достаточно широким максимумом демонстрирует и температурная зависимость константы МКА подрешетки железа K_{1Fe} (рис. 3) соединений Lu₂Fe₁₄B и Lu₂Fe₁₄BH_{2.5}. Аномальное поведение $K_{1Fe}(T)$ этих соединений объясняется тем [1], что парциальные константы магнитной анизотропии $K_{1Fe}(i)$ (*i* — кристаллографическая позиция атома Fe) могут вносить не только положительный, но и отрицательный вклад в суммарную константу МКА K_{1Fe} и имеют разный температурный ход

$$K_{1\text{Fe}}(\text{tot}) = \sum K_{1\text{Fe}}(i) = K_{1\text{Fe}}(4e) + K_{1\text{Fe}}(4c) + K_{1\text{Fe}}(8j_1) + K_{1\text{Fe}}(8j_2) + K_{1\text{Fe}}(16k_1) + K_{1\text{Fe}}(16k_2).$$

Поскольку соединение Lu₂Fe₁₄B и его гидрид Lu₂Fe₁₄BH_{2.5} обладают одноосной магнитной анизотропией, следует предположить, что суммарный положительный вклад превосходит по абсолютной величине суммарный отрицательный вклад. Как видно из рис. 3, при T = 4.2 К значение константы магнитной анизотропии K_{1Fe} (tot) гидрированного образца меньше, чем исходного, что является результатом ослабления локальной анизотропии при появлении атомов водорода в ближайшем окружении атомов железа, занимающих позиции 8 *j*₂, 16*k*₂ и 4*c* [9].

Измерения продольной магнитострикции $\lambda_{\parallel}(T)$ соединения Lu₂Fe₁₄B и его гидрида Lu₂Fe₁₄BH_{2.5} в интервале температур 77–300 К показали, что магнитоупругие деформации малы и имеют величину ~ $(5-7) \cdot 10^{-6}$.

Рассмотрим далее магнитные и магнитоупругие свойства соединений R_2 Fe₁₄BH_x (x = 0, 2.5), где R — магнитноактивные ионы, неодим, гадолиний и эрбий.

3.2. Nd₂Fe₁₄B и Nd₂Fe₁₄BH_{2.5}. Соединение с неодимом привлекает наибольший интерес исследователей, поскольку обладает достаточно высокой температурой Кюри, намагниченностью насыщения и константой одноосной магнитной анизотропии. Известно также [1], что с понижением температуры в Nd₂Fe₁₄B происходит СПП типа легкая ось-конус ОЛН при $T_{SR} = 135$ K (см. таблицу). Для исследования влияния гидрирования на температуру и характер СПП нами были прежде всего проведены измерения температурной зависимости намагниченности $\sigma(T)$ монокристаллов Nd₂Fe₁₄BH_{2.5} в магнитном поле H = 500 Oe, приложенном вдоль кристаллографического направления [001] (рис. 4).

Анализ полученных кривых $\sigma(T)$, а также исследования температурной зависимости восприимчивости $\chi(T)$, проведенные нами ранее [10], показали, что гидрирование не влияет на температуру и характер СПП. В гидриде Nd₂Fe₁₄BH_{2.5} с понижением температуры ($T \le 135$ K) ОЛН начинает плавно отклоняться от оси [001]. Данный переход является фазовым переходом второго рода. Ранее подобная ситуация наблюдалась в работе [3] для гидрида Nd₂Fe₁₄BH_{3.8}. Было обнаружено, что гидрирование влияет только на угол раствора конуса ОЛН: магнитный момент в монокристалле Nd₂Fe₁₄B при T = 4.2 K лежит в плоскости (110) и отклонен от тетрагональной оси [001] на угол 26°, а в гидриде Nd₂Fe₁₄BH_{3.8} — на угол 28°.



Рис. 4. Температурные зависимости намагниченности соединений Nd₂Fe₁₄B (*I*) и Nd₂Fe₁₄BH_{2.5} (*2*), измеренные вдоль оси *c* в магнитном поле H = 500 Oe. На вставке — температурные зависимости продольной магнитострикции λ_{\parallel} , измеренные вдоль оси *c* в магнитном поле H = 12 kOe.



Рис. 5. Температурные зависимости теплового расширения монокристаллов Nd₂Fe₁₄B (1) и Nd₂Fe₁₄BH_{2.5} (2), измеренные вдоль оси c. На вставке — температурные зависимости линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$.

На вставке к рис. 4 показаны температурные зависимости продольной магнитострикции $\lambda_{\parallel}(T)$, измеренной в магнитном поле H = 12 kOe, для соединения Nd₂Fe₁₄B и его гидрида. Видно, что при температурах $T \ge T_{\rm SR}$ магнитострикция как исходного соединения, так и гидрида близка к нулю. При приближении к температуре спиновой переориентации значение магнитострикции начинает возрастать, однако в гидриде в результате увеличения расстояний между манитоактивными ионами значение магнитострикции в 1.5 раза меньше, чем у исходного соединения. Учитывая величину магнитострикционных деформаций подрешетки железа (по данным для Lu₂Fe₁₄BH_x) и анализируя кривые $\lambda_{\parallel}(T)$ для соединений Nd₂Fe₁₄BH_x, можно заключить, что при низких температурах магнитострикция этих соединений связана главным образом с вращением магнитного момента подрешетки Nd.

Температурные зависимости теплового расширения монокристаллов Nd₂Fe₁₄B и Nd₂Fe₁₄BH_{2.5}, измеренные вдоль оси c, показаны на рис. 5; на вставке к этому рисунку представлены температурные зависимости линейного коэффициента теплового расширения. При сравнении температурного поведения коэффициентов теплового расширения $\alpha(T)$ исходных соединений Nd₂Fe₁₄B и Lu₂Fe₁₄B (рис. 2) видно, что в соединении Nd₂Fe₁₄B на кривой $\alpha(T)$ в районе СПП при $T = 135 \,\mathrm{K}$ наблюдается небольшая ступенька, связанная с вращением магнитного момента подрешетки Nd, в то время как аномалия в виде максимума в районе температуры T = 280 K обусловлена особенностями поведения подрешетки Fe. На температурной зависимости теплового расширения $\Delta l/l$ монокристалла Nd₂Fe₁₄BH_{2.5} в широкой области температур (80-180 К), включающей температуру СПП, наблюдается аномалия инварного типа, которая может быть связана с процессами упорядочения водорода в кристаллической решетке этого соединения при понижении температуры. Ранее аномалии подобного типа наблюдались для соединений Nd₂Co₇H_x в работе [11], где показано, что при низких температурах водород находится в определенных междоузлиях и образует сверхструктуру, которая придает дополнительную "жесткость" решетке, приводя к изменению констант упругости. При повышении температуры атомы водорода начинают туннелировать по междоузлиям, что сопровождается значительным изменением коэффициента теплового расширения [12].

3.3. $Gd_2Fe_{14}B$ и $Gd_2Fe_{14}BH_{2.5}$. Представляло особый интерес исследовать влияние гидрирования на магнитные и магнитоупругие свойства соединения $Gd_2Fe_{14}B$. В соединениях с гадолинием (орбитальный момент иона гадолиния L равен нулю) как в магнитострикцию (в том числе и спонтанную), так и в МКА значительный вклад вносит подрешетка железа. Соединение $Gd_2Fe_{14}B$, как и $Lu_2Fe_{14}B$, обладает одноосной магнитной анизотропией во всем интервале температур магнитного упорядочения и не имеет СПП. Продольная магнитострикция с Gd мала. Проведенные нами исследования показали, что в результате гидрирования в $Gd_2Fe_{14}B$ возникает спин-переориентационный фазовый переход. На рис. 6 показаны температурные зависи-



Рис. 6. Температурные зависимости намагниченности соединений $Gd_2Fe_{14}B$ (1) и $Gd_2Fe_{14}BH_{2.5}$ (2), измеренные вдоль оси *с* в магнитном поле H = 500 Ос.



Рис. 7. Температурные зависимости теплового расширения монокристаллов Gd₂Fe₁₄B (I) и Gd₂Fe₁₄BH_{2.5} (2), измеренные вдоль оси c. На вставке — температурные зависимости линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$.

483

мости намагниченности $\sigma(T)$ соединения Gd₂Fe₁₄B и его гидрида Gd₂Fe₁₄BH_{2.5}, измеренные в магнитном поле H = 500 Ое, приложенном вдоль оси *с*. Как видно из рис. 6, температурная зависимость намагниченности исходного соединения в исследованном интервале температур особенностей не имеет, в то время как $\sigma(T)$ гидрированного образца проявляет особенность, связанную со спиновой переориентацией. Температура СПП, определенная нами по максимуму $\sigma(T)$, в гидриде $Gd_2Fe_{14}BH_{2.5}$ оказалась равной $T_{SR} = 235 \, \text{K}$ (см. таблицу). Ранее Барташевичем [13] был обнаружен СПП типа легкая плоскость-легкая ось при $T_{SR} = 315 \text{ K}$ в гидриде Gd₂Fe₁₄BH_x с более высокой концентрацией водорода x = 3.4. Температурные зависимости теплового расширения соединения Gd₂Fe₁₄B и его гидрида Gd₂Fe₁₄BH_{2.5} приведены на рис. 7. В исходном соединении коэффициент теплового расширения $\alpha(T)$ обнаруживает поведение, схожее с поведением $\alpha(T)$ соединения Lu₂Fe₁₄B. Поведение гидрида характеризуется резким возрастанием коэффициента теплового расширения при температуpax $T \geq T_{SR}$.

3.4. Ег₂Fе₁₄B и Ег₂Fе₁₄BH_{2.5}. Соединение $Er_2Fe_{14}B$ имеет СПП типа легкая плоскость–легкая ось при температуре, близкой к комнатной: $T_{SR} = 327$ K [14] (см. таблицу), что создает возможность использовать материалы на основе данного соединения в качестве термомагнитных датчиков.

На рис. 8 приведены температурные зависимости намагниченности соединения $Er_2Fe_{14}B$ и его гидрида, измеренные в магнитном поле H = 500 Ое, приложенном параллельно оси *с*. Из рис. 8 видно, что для исходного соединения $Er_2Fe_{14}B$ наблюдается ярко выраженный пик на кривой $\sigma(T)$ при T = 327 К, который соответствует температуре спиновой переориентации. При гидрировании СПП сдвигается в область более высоких темпера-



Рис. 8. Температурные зависимости намагниченности соединений $\text{Er}_2\text{Fe}_{14}\text{B}(I)$ и $\text{Er}_2\text{Fe}_{14}\text{BH}_{2.5}(2)$, измеренные вдоль оси *с* в магнитном поле H = 500 Ос. На вставке температурные зависимости продольной магнитострикции λ_{\parallel} , измеренные вдоль оси *с* в магнитном поле H = 12 kOe.



Рис. 9. Температурные зависимости теплового расширения монокристаллов $Er_2Fe_{14}B(1)$ и $Er_2Fe_{14}BH_{2.5}(2)$, измеренные вдоль оси *с*. На вставке — температурные зависимости линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$.

тур [5]: $T_{\rm SR} = 365$ К для соединения ${\rm Er}_2{\rm Fe}_{14}{\rm BH}_{2.5}$. Вид кривой $\sigma(T)$ также несколько изменяется: острый пик приобретает вид ступеньки, что, возможно, указывает на изменение характера перехода в результате гидрирования.

Нами обнаружена (см. вставку к рис. 8) достаточно большая продольная магнитострикция $\lambda_{\parallel} = 100 \cdot 10^{-6}$ в исходном соединении Er₂Fe₁₄B, которая наблюдается выше температуры СПП ($T_{\rm SR} = 327$ K) в магнитном поле H = 12 kOe. Значение магнитострикции гидрида Er₂Fe₁₄BH_{2.5} отрицательно во всей области температур, в которой проводилось исследование (80–400 K). Следовательно, гидрирование соединения Er₂Fe₁₄B приводит к смене знака магнитострикционной константы $\lambda_2^{\lambda,2}$ [15]. Отсутствие магнитострикционных деформаций в области СПП в гидриде Er₂Fe₁₄BH_{2.5} свидетельствует о возрастании локальной магнитной анизотропии.

На рис. 9 показаны температурные зависимости теплового расширения соединений Er₂Fe₁₄B и Er₂Fe₁₄BH_{2.5}, а на вставке к этому рисунку — температурные зависимости линейного коэффициента теплового расширения. Видно, что исходное соединение имеет зависимость $\alpha(T)$ инварного типа, т.е. $\alpha = 0$ в широком интервале температур (80-280 К). В районе СПП обнаружена ярко выраженная аномалия в виде острого пика. Для соединения $Er_2Fe_{14}BH_{2.5}$ на кривой $\alpha(T)$ аномалия в виде пика смещается в сторону высоких температур, что вполне коррелирует с данными по намагниченности. Вид зависимости $\alpha(T)$ для гидрида гораздо более сложный, чем для исходного соединения. На кривой $\alpha(T)$ наблюдается особенность при $T = 280 \,\mathrm{K}$, связанная, как было показано выше, с особенностями поведения подрешетки Fe в данном классе соединений. Кроме того, наблюдается особенность и при более низких температурах, а именно при $T = 210 \, \text{K}$, возможно связанная с процессами упорядочения водорода в кристаллической решетке соединения $Er_2Fe_{14}BH_x$.



Рис. 10. Фазовая диаграмма, иллюстрирующая ориентацию ОЛН относительно кристаллографической оси c для соединений R_2 Fe₁₄B и R_2 Fe₁₄BH_{2.5} (R = Nd, Gd, Er, Lu).

4. Заключение

Анализируя полученные результаты, а также литературные данные [1,2,6,15], мы построили магнитные фазовые диаграммы, которые отражают влияние гидрирования на СПП в изученных соединениях R_2 Fe₁₄B (рис. 10). Следует отметить, что максимальное количество водорода, которое могут поглощать данные соединения, составляет 5 at.H/form.unit. В наших исследованиях использовались гидриды с содержанием водорода 2.5 at.H/form.unit. Однако нам удалось провести гидрирование монокристаллов Lu₂Fe₁₄B, Nd₂Fe₁₄B, Gd₂Fe₁₄B и Er₂Fe₁₄B без разрушения их структуры и выявить закономерности и особенности изменения СПП в таком важном классе материалов, как соединения R_2 Fe₁₄B. Нами обнаружено следующее.

1) Гидрирование приводит к возникновению СПП в $Gd_2Fe_{14}B$ при понижении температуры ($T_{SR} = 235$ K). Поскольку в соединениях с гадолинием магнитострикция и магнитная анизотропия связаны главным образом с диполь-дипольным взаимодействием (Gd–Gd, Gd–Fe), можно утверждать, что гидрирование оказывает сильное влияние на эти взаимодействия.

2) Гидрирование соединений R_2 Fe₁₄B с магнитными P3-ионами, такими как Nd и Er, приводит к сохранению значения $T_{\rm SR}$ в случае неодима ($T_{\rm SR} = 135$ K) и увеличению $T_{\rm SR}$ в случае эрбия ($T_{\rm SR} = 327$ и 365 K для Er₂Fe₁₄B и Er₂Fe₁₄BH_{2.5} соответственно), что связано с особенностями расположения атомов водорода относительно P3-иона (легкий или тяжелый P3-металл) в данном классе соединений.

3) Гидрирование Lu₂Fe₁₄B (Lu — немагнитный P3-ион) вызывает увеличение температуры Кюри и уменьшение константы МКА K_{1Fe} при T = 4.2 К. Как для исходного, так и для гидрированного соединения наблюдается немонотонный ход $K_{1Fe}(T)$ и $\alpha(T)$. Наличие в решетке шести кристаллографически неэквивалентных

положений атомов Fe и различных межатомных расстояний в парах Fe–Fe приводит к особенностям температурного поведения данных характеристик соединений $Lu_2Fe_{14}BH_x$ (x = 0, 2.5).

4) В Nd₂Fe₁₄BH_{2.5} и Er₂Fe₁₄BH_{2.5} на температурных зависимостях линейного коэффициента теплового расширения $\alpha(T)$ обнаружены аномалии немагнитной природы, возможно связанные с процессом упорядочения водорода в кристаллической решетке этих соединений.

Кроме того, в ряде соединений и их гидридах в широкой области температур (от 77 до 260 K) наблюдается инварный эффект. Поскольку температурная зависимость теплового расширения может быть получена в виде суперпозиции двух вкладов (фононного и магнитного), именно их компенсация, по-видимому, и приводит к наблюдаемому явлению [16].

Авторы выражают благодарность С.А. Никитину за помощь в обсуждении полученных результатов, А.В. Андрееву, О.Д. Чистякову и Ю.Г. Пастушенкову за предоставленные образцы, Г. Друлису за работы по гидрированию.

Список литературы

- [1] J.F. Herbst. Rev. Mod. Phys. 63, 4, 819 (1991).
- [2] J.F. Herbst, J.J. Croat, W.B. Yelon. J. Appl. Phys. 57, 4086 (1985).
- [3] А.В. Андреев, А.В. Дерягин, Н.В. Кудреватых, Н.В. Мушников, В.А. Реймер, С.В. Терентьев. ЖЭТФ 90, 1024 (1986).
- [4] T. Takeshita, R. Nakayama. Proc. 10th Int. Workshop on Rare-Earth Magnets and Applications. Kyoto, Japan (1989).
 P. 551.
- [5] F. Pourarian. Physica B **321**, 18 (2002).
- [6] D. Fruchart, S. Miraglia, P. De Rango, P. Wolfers. J. Alloys Comp. 383, 17 (2004).
- [7] J.L. Soubeyroux, D. Fruchart, O. Isnard, S. Miraglia, E. Tomey. J. Alloys Comp. 219, 16 (1995).
- [8] Г.С. Бурханов, И.С. Терешина, О.Д. Чистяков, Е.А. Терешина, Г. Друлис. Докл. РАН 403, 2 (2005).
- [9] J.M.D. Coey, A. Yaouanc, D. Fruchart. Solid State Commun. 58, 7, 413 (1986).
- [10] S.A. Nikitin, I.S. Tereshina, N.Yu. Pankratov, T. Palewski, H. Drulis, M.V. Makarova, Yu.G. Pastushenkov. Phys. Stat. Sol. (a) **196**, *1*, 317 (2003).
- [11] А.В. Андреев, М.И. Барташевич, А.В. Дерягин, С.М. Задворкин, Е.Н. Тарасов. ФММ 65, 3, 519 (1988).
- [12] К. Керр. В кн.: Водород в металлах. Основные свойства/ Под ред. Г. Алефельда, И. Фелькля. Мир, М. (1981). С. 238.
- [13] M.I. Bartashevich, A.V. Andreev. Physica B 162, 52 (1990).
- [14] M.D. Kuz'min, L.M. Garcia, I. Plaza, J. Bartolome, D. Fruchart, K.H.J. Buschow. J. Magn. Magn. Mater. 146, 77 (1995).
- [15] A.V. Andreev. Thermal Expansion Anomalies and Spontaneous Magnetostriction on Rare-Earth Intermetallics with Cobalt and Iron. Handbook of Magnetic Materials/ Ed. K.H.J. Buschow (1995). Vol. 8.
- [16] К.П. Белов. Магнитострикционные явления и их технические приложения. Наука, М. (1987). 160 с.