$\simeq 0,8$ Å; $\varepsilon = 5$ ккал/моль; $D \approx 0,5 \cdot 10^{-9}$ см²/с при T = 300 К. Эти значения соответствуют имеющимся представлениям о молекулярной структуре объекта [7, 8, 12].

Автор благодарит В. И. Гольданского, А. Б. Рубина, А. Р. Хохлова и Ю. Ф. Крупянского за полезные обсуждения.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

[1] Волькенштейн М. В. Общая биофизика. М.: Наука, 1978. [2] Блюменфельд Л. А. Проблемы биологической физики. М.: Наука, 1977. [3] Rubin A. B. Photochem. Photobiol, 1978, 28, p. 1021. [4] Frauenfelder H., Petsko G. A., Tscrnoglou D. Nature, 1979, 280, p. 565. [5] Берг А. И., Нокс П. П., Кононенко А. А. и др. Молекулярная биология, 1979, 13, с. 81. [6] Крупянский Ю. Ф., Шайтан К. В., Гаубман Е. Е. и др. Биофизика, 1981, 26, № 6. [7] Шайтан К. В., Рубин А. Б. Биофизика, 1980, 25, с. 796. [8] Шайтан К. В., Рубин А. Б. Молекулярная биология, 1980, 14, с. 1323. [9] Шайтан К. В., Рубин А. Б., Чернавский Д. С., Килячков А. А. Биофизика, 1981, 26, № 2, с. 228. [10] Чандрасекар С. Стохастические проблемы в физике и астрономии. М.: ИЛ, 1947. [11] [Кривоглаз М. А., Репецкий С. П. ФТТ, 1966, 8, с. 2908. [12] Шайтан К. В., Рубин А. Б. Молекулярная биология, 1981, 15, № 2, с. 368.

Поступила в редакцию 26.02.80

ВЕСТН. МОСК. УН-ТА. СЕР. 3. ФИЗИКА. АСТРОНОМИЯ, 1982, Т. 23, № 1.

УДК 537.622.4:669.018.5

НЕКОТОРЫЕ ОСОБЕННОСТИ МАГНИТНОГО ПОВЕДЕНИЯ СПЛАВОВ СИСТЕМЫ Fe₃₄(Cr_xCo_{1-x})₆₆

С. Д. Антипов, Л. А. Кондрашова, П. Н. Стеценко

(кафедра магнетизма)

В последнее время тройные сплавы системы FeCrCo (30% Cr, 20% Co) нашли широкое применение в качестве материалов для постоянных магнитов и широко исследовались в целом ряде работ в связи с получением высоких магнитных свойств, особенно после соответствующих термомагнитных обработок [1—6], и в связи с исследованием влияния Co на существование области несмешиваемости в сплавах ГеCr и спинодальный распад в этой системе [7—9].

Эти сплавы по своим магнитным свойствам и зависимости их от термомагнитной обработки близки к сплавам альнико. Сплавы имеют большие значения коэрцитивной силы и магнитной энергии и хорошую ковкость.

По литературным данным для получения таких магнитных свойств сплавы подвергаются следующей термообработке: отжиг при температуре 1250—1300°С в инертной атмосфере либо в вакууме, последующая резкая закалка, при которой фиксируется а-фаза, затем следует отжиг в магнитном поле при температуре 640°С. После такой термообработки в сплавах выделяются а₁-фаза (богатая Fe) и а₂-фаза (богатая Cr). Для увеличения дисперсности структуры в дальнейшем проводится ступенчатый изотермический отжиг при температурах от 600 до 540°С. Исследования, проведенные Винтайкиным и др. [3, 4, 7] показали, что при таких термообработках происходит спинодальный распад, аналогичный превращению в сплавах FeCr, и отжиг в магнит-

ном поле приводит к выделению вытянутых в направлении приложенного поля образований, которые согласно одним работам [6, 10, 11] хаотически расположены в пространстве, другие же авторы [5, 8] говорят о некотором преимущественном выстраивании этих образований вдоль направления <100>.

В данной работе исследовалось магнитное поведение сплавов FeCrCo начиная от двойного сплава Fe34Cr66, взятого на границе сушествования ферромагнитного состояния при комнатной температуре, до тройного сплава Fe₃₄Cr₄₁Co₂₅. Составы образцов сплавов $Fe_{34}(Cr_xCo_{1-x})_{66}$ приведены R табл. 1.

Компоненты шихты сплавов представляли собой карбонильное железо (99.9), электролитический хром (99,9) и электролитический кобальт (99.9). Сплав 1 выплавлялся в индукционной печи, остальные сплавы были приготовлены методом электронной плавки в атмосфере аргона. Все образцы подвергались гомогенизирующему отжигу при темпера-

Таблина 1

Сплав	x	Концентрация, ат. %		
		Fe	Cr	Co
1	1,00	34	66	_
2	0,97	34	64	2
3	0,92	34	61	5
4	0,85	34	56	10
5	0,77	34	51	15
6	0,62	34	41	25

туре 1050°С в течение 96 часов в вакууме, и затем была проведена закалка в 10%-ный раствор поваренной соли в воде после отжига при 1200° в течение двух часов в атмосфере Не. Рентгенограммы всех образцов, снятые на Со Ка-излучении, обнаруживают однофазность образцов (а-фаза), что согласуется с фазовой диаграммой для данной системы [9].

В работе проводились исследования магнитного поведения сплавов с помощью эффекта Мёссбауэра, а также температурных магнитометрических исследований. Мёссбауэровские спектры снимались на спектрометре, работающем в режиме постоянных ускорений с движущимся поглотителем. В качестве источника использовался ⁵⁷Со на палладиевой подложке. Образцы представляли собой порошок, нанесенный на слюдяную подложку массой 30 мг и площадью 1 см². Эти же образцы (без слюдяной подложки) использовались для рентгеновских измерений. Полученные спектры приведены на рис. 1. Обращает на себя внимание тот факт, что увеличение содержания Со вплоть до 15 ат. % увеличивает среднее эффективное поле на ядрах ⁵⁷Fe. При этом, как и в системе FeCr, линии спектров уширены, что свидетельствует о распределении эффективных полей, обусловленном ближайшими соседями.

Интересна следующая особенность мессбауэровских спектров: существование перехода от сильно выраженной парамагнитной линии для двойного сплава через суперпозиции парамагнитной линии и секстетов опять к (в основном) парамагнитной линии для сплава, содержащего 25 ат. % Со.

Одновременно на этих же образцах были проведены измерения удельной намагниченности в зависимости от температуры. Измерения выполнялись на автоматическом магнитометре, разработанном в проблемной лаборатории магнетизма физического факультета МГУ, который работал в динамическом режиме. Образцы представляли собой цилиндрики высотой 8 мм, диаметром 1,5 мм из спресованного порошка. Кривые зависимости удельной намагниченности, снятые в поле 500 Э, приведены на рис. 2 (точность 0,3%). Из рисунка видно, что температура Кюри сплавов растет с ростом содержания Со, а также, что в сплавах существуют две магнитные фазы, кроме сплава 1, являющегося немагнитным и не приведенного на рисунке. В процессе регистрации результатов изменения намагниченности с температурой в течение ~ 1 ч до температуры 900°С образцы подвергались термомаг-



Рис. 1. Мёссбауэровские спектры тройных сплавов Fe₃₄ (Cr_xCo_{1-x})₆₆ при комнатной температуре

нитной обработке. После достижения конечной температуры измерений ток через нагреватель печи выключался и образцы вместе с печью охлаждались до комнатной температуры в магнитном поле магнитометра примерно в течение 40 мин. После этого проводилось вторичное измерение поведения удельной намагниченности данного образца с температурой. Оказалось, что только образцы 1 и 2 остались ферромагнитными, но величины удельной намагниченности при этом возросли. Остальные образцы после термообработки в магнитометре стали немагнитными. Для выяснения структуры этих сплавов был повторно проведен рентгеновский анализ образцов, который показал, что все спла-

22

вы (кроме 1 и 2) перешли в двухфазное состояние, соответствующее $(\alpha+\sigma)$ -фазам. Мёссбауэровские спектры этих четырех сплавов показывают синглетную уширенную линию. Можно сделать вывод о том, что, поскольку отжиг проходил при высоких температурах (больших 700°C) и образовывалась σ -фаза, по-видимому, введение Со в систему FeCr расширяет область существования σ -фазы.

На рис. З приведен график изменения среднего эффективного поля на ядрах ⁵⁷Fe как функция концентрации Cr до термомагнитной обработки.



Рис. 2. Изменение удельной намагниченности (о) сплавов 2, 3, 4, 5, 6 в зависимости от температуры



Рис. 3. Средние эффективные поля на ядрах ⁵⁷Fe как функция содержания Cr в сплавах

Одновременно были проведены измерения средних магнитных моментов этих же сплавов при комнатной температуре. Измерения проводились на вибрационном магнитометре [12]. На рис. 4 представлена зависимость среднего магнитного момента сплавов как функция содержания Сг (кривая 1). Величина максимума магнитного момента



Рис. 4. Средний магнитный момент сплавов μ (1) и средний магнитный момент атомов Fe μ_{Fe} (2) в зависимости от содержания Cr в сплавах



Рис. 5. Зависимость изменения величины среднего магнитного момента сплава на атом Сг от концентрации Сг

тройных сплавов достигается при концентрации ~15 ат. % Со. Заметим, что из рис. З следует, что величина среднего эффективного поля на ядрах ⁵⁷Fe в сплавах достигает также максимума при концентрации ~15 ат. % Со.

Что касается влияния атомов хрома на магнитное поведение разбавленных сплавов FeCr, то известно, что добавление атомов Cr приводит к уменьшению среднего магнитного момента сплава на $d\mu/dc_{Cr} =$

23

= —2,4 µ_Б/атом [13], а добавление Сг в матрицу Со уменьшает магнитный момент еще сильнее, так что $d\bar{\mu}/dc_{\rm Cr}$ = —6,4 µ_Б/атом [14]. В то же время изменение магнитных свойств сплавов FeCo с добавлением Со наиболее слабое, ибо $d\bar{\mu}/dc_{\rm Co}$ = 1,2µ_Б /атом [13] и сопровождается увеличением магнитных моментов сплавов в области концентраций Со от 0 до 25 ат. %.

На рис. 5 представлена зависимость $d\overline{\mu}/dc_{\rm Cr}$ для изученных тройных сплавов от концентрации Cr. Эта зависимость немонотонна и свидетельствует о том, что атомы Cr не могут рассматриваться как простые разбавители и изменение содержания Cr в сплаве, по-видимому, приводит к изменению моментов других компонент.

Величину локальных моментов ионов Fe можно оценить по значениям $\overline{H}_{\rm Fe}$. Основываясь на известной формуле связи среднего поля на ядрах Fe с локализованным моментом $\mu_{\rm Fe}$ и средним моментом сплава [13], выделим вклад в сверхтонкое поле от соседей и оценим средний магнитный момент атомов железа:

$$\overline{H}_{\mathrm{Fe}} = a \mu_{\mathrm{Fe}} + b \overline{\mu}.$$

(1)

Так как согласно [13] для двойных сплавов FeCr и FeCo константы а и b одинаковы, то, полагая, что они останутся такими же и в тройных сплавах, свяжем со вторым членом суммарный вклад матрицы и используем полученные нами средние значения полей на ядрах атомов Fe и значения среднего магнитного момента сплавов. Полагая a ==70 к $\Im/\mu_{\rm b}$ и b = 80 к $\Im/\mu_{\rm b}$, приходим к зависимости $\mu_{\rm Fe}$ от концентрации Cr, представленной на рис. 4 (кривая II).

В тройных сплавах FeCrCo локальный магнитный момент атомов Fe сначала увеличивается, затем убывает с увеличением содержания Cr в сплавах. Из рис. 4 (II) видно, что качественно эта зависимость повторяет зависимость среднего магнитного момента сплавов. Низкие значения магнитных моментов и среднего эффективного поля на ядрах Fe свидетельствуют о том, что в сплавах не произошло такого расслоения, при котором образуется дальний порядок типа FeCo.

Можно было бы ожидать, что замещение атомов Сг атомами сильно ферромагнитного Со должно было бы привести к дальнейшему возрастанию и эффективного поля и магнитного момента. Но качественно ход зависимости этих величин напоминает ситуацию, имеющую место в бинарных сплавах FeCo. Известно, что локализованный магнитный момент атомов Со остается почти постоянным и равным 1,8 ис. а магнитный момент на атомах Fe монотонно возрастает от 2,2 µь до З µь при изменении концентрации Со от 0 до 50 ат. %. Недавно в работах [15, 16] была сделана попытка разделить вклады отдельных магнитных моментов в тройных сплавах FeCrCo с высоким содержанием Fe, основываясь на экспериментальных результатах по дифракции поляризованных нейтронов, мёссбауэровским исследованиям ядер 57Fe. спектрам спинового эха, ядерного магнитного резонанса на ядрах ⁵⁹Сои магнитным измерениям. Исследования показали, что средние внутренние поля на ядрах Со являются почти постоянными независимо от концентрации Со (исследовались сплавы с содержанием Со от 0 до 30% и Fe от 50 до 100%, остальное — Cr). Это дало авторам возможность при расчете полагать, как и в двойных сплавах, $\mu_{Co} = 1.8 \mu_{E}$.

Составы сплавов, исследуемых в нашей работе, находятся несколько в другой области концентраций. Но в первом приближении утверждение о том, что магнитный момент Со равен 1,8 µь, можно взять как исходное и выделить магнитные моменты остальных двух компонент Fe и Cr.

Если принять для среднего магнитного момента сплава соотношение типа

$$\overline{\mu} = \mu_{Fe} c_{Fe} + \mu_{Co} c_{Co} + \mu_{Cr} c_{Cr}, \qquad (2)$$

Таблина 2

10, зная ине как функцию концентрации железа в сплавах, из выражения (1) можно оценить значения ист (см. табл. 2, левую часть). Оценки показывают, что магнитный момент атомов хрома мал по величине и положителен почти для всех изученных сплавов, кроме сплава 6. т. е. магнитный момент атомов хрома параллелен среднему магцитному моменту сплавов. Это согласуется с тем, что и в двойных сплавах FeCr магнитный момент атомов хрома становится положительным (но малым по величине) при концентрациях хрома, больших 50 ат. %. В сплаве с минимальным содержанием Сг оценки дают максимальную величину µсг при антипараллельной ориентации этих моментов. Такое поведение согласуется с результатами теоретических расчетов [17], выполненных в приближении когерентного потенциала для бинарных сплавов FeCr. Следует отметить, что этот сплав сложно получить в полностью разупорядоченном состоянии и необычный его мёссбауэровский спектр можно объяснить тем, что уже при гомогенизирующем отжиге произошло частичное расслоение на две фазы: богатую хромом (парамагнитную) и обогащенную Fe и Co, которая присутствует в сплаве, как показывают спектр и особенно магнитные измерения.

$\overline{H}_{\rm Fe} = 70\mu_{\rm Fe} + 80\widetilde{\mu}$				$\overline{H}_{\text{Fe}} = 70\mu_{\text{Fe}} + (80 - 33c_{\text{Co}} + 142c_{\text{Cr}})\overline{\mu}$		
Сплав	x	μ _{Fe}	μ _{Cr}	μ _{Fe}	· µ _{Cr}	
1 2 3 4 5 6	1,00 0,97 0,92 0,85 0,77 0,62	0,5 1,1 1,3 1,8 1,6 1,3	$ \begin{array}{ c c c } 0,1 \\ 0,1 \\ 0,3 \\ 0,2 \\ 0,5 \\ -1,0 \end{array} $	0,1 0,6 0,5 0,8 0,6 1,0	$ \begin{array}{ c c c c c c c c c c c c c c c c c c c$	

В работе [15] была предложена модернизированная формула для расчета связи эффективного магнитного поля на ядрах Fe с вкладом электронной поляризации матрицы и вкладом поляризации электронов проводимости в виде:

$$\overline{H}_{\rm Fe} = 70\mu_{\rm Fe} + (80 - 33c_{\rm Co} + 142c_{\rm Cr})\overline{\mu}.$$
(3)

Из этого выражения определялся магнитный момент на атомах Fe. Для расчета µсr также использовалась формула (2). Результаты расчетов приведены также в табл. 2 в правой части. Полученные при этом значения моментов, в частности низкие значения µFe, представляются менее вероятными, чем значения, полученные с помощью соотношения (1). Возможно, что формула (3) лучше описывает поведение сплавов с большим содержанием Со и Fe в сплавах. Нужны дальнейшие нейтронографические исследования для более точного разделения вкладов магнитных моментов отдельных элементов в сплавах. Проведенные исследования говорят о том, что атомы хрома не являются простыми разбавителями. Наиболее вероятный вклад магнитных моментов в сплавах описывается левой частью табл. 2. Поведение магнитных моментов µFe, µCo и µCr в тройной системе FeCrCo свидетельствует о наличии сложных обменных взаимодействий между атомами железа, кобальта и хрома.

СПИСОК ЛИТЕРАТУРЫ

[1] Капеко Н., Нотта М., Nakamura K. AIP Conf. Proc., 1972, N 5, p. 1088. [2] Капеко Н., Нотта М., Nakamura K., Miura M. IEEE Trans. Magnetic, 1972, Mag.-8, p. 347. [3] Винтайкин Е. З., Урушадзе Г. Г., Беляцкая И. С., Сухарева Е. А. Физ. мет. и металловедение, 1974, 38, с. 1012. [4] Винтайкин Е. З., Баркалая А. А., Беляцкая И. С., Сахно В. М. Физ. мет. и металловедение, 1977, 43, с. 734. [5] Наиghton М. Е., Rossiter P. L., Clark P. E. J. Mat. Sci., 1978, 13, p. 155. [6] Овчинников В. В., Звягинцев Н. В., Литвинов В. С., Осминкин В. А. Физ. мет. и металловедение, 1976, 42, с. 310. [7] Винтайкин Е. З., Баркалая А. А., Беляцкая И. С. Физ. мет. и металловедение, 1973, 45, с. 990. [8] Сгетег R., Pieifier I. Physica, 1975, 80B, p. 164. [9] Капеко Н., Нотта М., Nakamura K. IEEE Trans. Magnetic, 1977, Mag.-13, p. 1325. [10] Капеко Н., Нотта М., Okada M., Nakamura S., Ikuta N. 21st AIP Conference Proc., 1975, N 29, p. 620. [11] Okada M., Homma M., Kaneko H., Thomas G., 34th Annual Proc. Electron Microscopy Society of America, 1976, p. 686. [12] Галкина О. С., Лазарева Л. В., Захарова Н. Н. Заводская лаборатория, 1976, № 10, с. 1191. [13] Vincze J., Campbell J. A. J. Phys. F: Met. Phys. 1973, 3, p. 647. [14] Kobayashi S., Asayama K., Itoh J. J. Phys. Soc. Japan, 1966, 21, N 1, p. 65. [15] Ohara S. J. Sci Hiroshima Univ., A, 1976, 40, N 2, p. 227. [16] Ohara S., Komura S., Takeda T., Hihara T., Komura I. J. Phys. Soc. Japan, 1977, 42, N 6, p. 1881. [17] Hasegawa H., Kanamori J. J. Phys. Soc. Japan, 1972, 33, N 6, p. 1607.

Поступила в редакцию 08.02.80

ВЕСТН. МОСК. УН-ТА. СЕР. 3. ФИЗИКА. АСТРОНОМИЯ, 1982, Т. 23, № 1

УДК 534.222.2

ИССЛЕДОВАНИЕ НЕСТАЦИОНАРНЫХ ТРАНСЗВУКОВЫХ ТЕЧЕНИЙ МЕТОДОМ ФАЗОВОЙ ПЛОСКОСТИ

А. А. Карабутов

(кафедра общей физики и волновых процессов)

В трансзвуковой области течения принципиальное значение имеют нелинейные эффекты; поэтому аналитическое исследование исходных уравнений гидродинамики не представляется возможным. В то же время для изучения трансзвуковых потоков применимы характерные для нелинейной акустики асимптотические методы [1—3], описывающие медленную эволюцию течения. С их помощью можно свести систему уравнений гидродинамики к следующему уравнению:

$$\frac{\partial}{\partial x} \left[\frac{\partial u'}{\partial t} + (V_0 - c_0 + \varepsilon u') \frac{\partial u'}{\partial x} + Q \right] = \frac{c_0}{2} \Delta_{\perp} u'.$$
(1)

Здесь V_0 — скорость набегающего потока (ось *x* направлена вдоль него), *u'* — возмущение *x*-компоненты скорости течения, \dot{c}_0 — невозмущенная скорость звука, причем $|V_0/c_0-1| \ll 1$, $\varepsilon = (\gamma+1)/2$ — нелинейный параметр газа, Δ_{\perp} — оператор Лапласа по поперечным координатам, а функция *Q* определяется распределением массовых и тепловых источников.