05

Магнитная структура наночастиц NiFe₂O₄

© A.C. Камзин¹, A. Bingolbali², N. Doğan³, Z. Yeşil⁴, M. Asiltürk⁵

¹ Физико-технический институт им. А.Ф. Иоффе РАН, Санкт-Петербург, Россия

² Department of Bioengineering, Yildiz Technical University, Istanbul, Turkey

³ Department of Physics, Gebze Institute of Technology, Kocaeli, Turkey

⁴ Department of Chemistry, Akdeniz University, Antalya, Turkey

⁵ Department of Materials Science & Engineering, Akdeniz University, Antalya, Turkey

E-mail: ASKam@mail.ioffe.ru Поступило в Редакцию 11 июня 2019г.

В окончательной редакцию 11 июня 2019г. Принято к публикации 24 июня 2019г.

Представлены мессбауэровские исследования магнитной структуры наночастиц (HЧ) феррита никеля (NiFe₂O₄). Показано, что при уменьшении размеров кристаллитов NiFe₂O₄ до нановеличин происходит перераспределение ионов по неэквивалентным кристаллографическим положениям, что приводит к преобразованию структуры HЧ NiFe₂O₄ от обратной шпинели к смешанной. Установлено, что в объеме HЧ NiFe₂O₄ магнитные моменты ионов Fe упорядочены ферримагнитно (коллинеарно), тогда как в поверхностном слое HЧ они неколлинеарны (или скошены), что, возможно, вызвано фрустрацией моментов в поверхностном слое HЧ.

Ключевые слова: магнитные наночастицы (МНЧ), МНЧ феррита-шпинели, магнитная структура МНЧ, мессбауэровская спектроскопия.

DOI: 10.21883/PJTF.2019.19.48320.17920

Магнитные наноразмерные частицы (МНЧ) обладают свойствами, отличающимися от свойств макрокристаллов, что открывает новые аспекты для широкого применения МНЧ [1–5]. Частицы ферритов шпинелей $MeFe_2O_4$ (Me = Co, Mn, Ni и др.) используются в различных областях [1], но наиболее важно их применение в биомедицине [1–3]. На основе МНЧ ферритов разрабатывается новая уникальная методика комбинированной терапии (тераностики), сочетающей диагностику, целевую доставку лекарств и лечение [3,4]. Такие возможности применения вызвали интенсивные исследования магнетизма МНЧ ферритов-шпинелей [1–4]. Одним из важных вопросов в изучении МНЧ ферритов является понимание природы формирования магнитной структуры.

Однако результаты исследований магнитной структуры МНЧ достаточно противоречивы. Так, утверждается, что неколлинеарность или скос спинов наблюдается во всем объеме МНЧ (см. [5] и ссылки там) или же только в области дефектов [6,7]. Используется модель типа ядро-оболочка, в которой ядро МНЧ упорядочено ферримагнитно, а в оболочке (поверхностном слое частицы) формируется спин-стекольное (см. [8] и ссылки там) либо неколлинеарное упорядочение спиновых магнитных моментов (см. [9] и ссылки там) или неколллинеарная структура не обнаружена [10]. Существование на поверхности МНЧ спин-стекольного слоя опровергается в [11]. Предполагается, что в МНЧ ферритов-шпинелей спиновые моменты ионов Fe скошены только в одной подрешетке (см. [5,12] и ссылки там) или же в обеих подрешетках (см. [13,14] и ссылки там). В [5,11] изменение свойств МНЧ связалось с тем, что при уменьшении размеров кристаллитов происходит перераспределение катионов по тетра- и октаэдрическим узлам кристаллографической решетки. В работе [15] утверждается, что скос спинов формируется размерностью МНЧ. Понижение намагниченности МНЧ было объяснено как перераспределением катионов по окта- и тетраподрешеткам, так и скосом спиновых моментов [16]. Неоднозначность результатов исследований требует дальнейшего изучения магнитной структуры и роли поверхностного слоя в формировании фундаментальных свойств МНЧ.

Целью настоящей работы является изучение свойств наночастиц феррита-шпинели NiFe2O4 как наиболее перспективных для биомедицины [2,3,16–18]. МНЧ NiFe₂O₄ были синтезированы при сочетании двух методов: контролируемого осаждения и гидротермального [18]. Для изучения свойств синтезированных МНЧ использована мессбауэровская спектроскопия с наложением внешнего магнитного поля, параллельного пучку γ -квантов (H_{\parallel}). Эта методика позволяет легко извлечь информацию о магнитной структуре МНЧ, ориентации спиновых магнитных моментов ионов Fe и распределении ионов Fe по неэквивалентным позициям, поскольку сверхтонкие поля ионов железа в неэквивалентных положениях параллельны и антипараллельны внешнему полю и это приводит к хорошему разрешению зеемановских секстиплетов (3С) (см., например, [16,17]) и возможности качественного анализа мессбауэровских спектров (МС).

МС наночастиц NiFe₂O₄, полученные при комнатной температуре (T_R) без внешнего магнитного поля и в магнитном поле напряженностью 5.5 T, параллельном

	Γ1, mm/s	IS, mm/s	QS, mm/s	H_{eff},T	<i>S</i> , %
B A	$\begin{array}{c} 0.37 \pm 0.02 \\ 0.49 \pm 0.02 \end{array}$	$\begin{array}{c} 0.36 \pm 0.01 \\ 0.27 \pm 0.01 \end{array}$	$\begin{array}{c} 0.02 \pm 0.02 \\ -0.01 \pm 0.01 \end{array}$	$\begin{array}{c} 51.60 \pm 0.03 \\ 48.62 \pm 0.03 \end{array}$	$\begin{array}{c} 40\pm1\\ 60\pm1\end{array}$

Параметры сверхтонких взаимодействий, рассчитанные из мессбауэровских спектров МНЧ NiFe2O4 при комнатной температуре

Примечание. Г1 — ширины первых линий секстиплетов, IS — изомерный сдвиг, QS — квадрупольное расщепление, H_{eff} — эффективное магнитное поле, S — площадь линии каждого секстиплета (в процентах от общей площади спектра). Изомерные сдвиги приведены относительно фольги α -Fe.



Рис. 1. Мессбауэровский спектр магнитных наночастиц NiFe₂O₄ при комнатной температуре. Экспериментальные значения показаны точками, модельные — линиями. Над спектром приведена разность между экспериментальными и модельными значениями.

пучку γ -квантов (H_{\parallel}), представлены на рис. 1 и 2 соответственно. МС, представленные на рис. 1, аналогичны приведенным в [9,10,14,19-22], а спектры, измеренные в поле H_{\parallel} (рис. 2), — показанным в [20,21]. Математическая обработка МС проведена по методу наименьших квадратов с использованием специализированной программы [23]. Наилучшее соответствие экспериментальному МС (рис. 1) получено при использовании модели из двух 3C, принадлежащих ионам Fe³⁺, занимающим два неэквивалентных (тетра-(A) и окта-(B)) положения в структуре шпинели. Рассчитанные из МС (рис. 1) параметры сверхтонких взаимодействий, приведенные в таблице, согласуются с опубликованными данными (см., например, [9,19,20] и ссылки там). Величины изомерных сдвигов и квадрупольного расщепления (ΔE) свидетельствуют о высокоспиновом состоянии ионов железа (Fe³⁺). Ионов Fe в низкоспиновом состоянии (Fe²⁺) не обнаружено. Линий поглощения в области нуля скоростей не наблюдается, что свидетельствует об отсутствии частиц в суперпарамагнитном состоянии. Изомерные сдвиги ионов железа, занимающих А-положения, меньше, чем для ионов Fe в В-подрешетке, из-за большей электронной плотности ионов Fe³⁺ в А-подрешетке [16]. Линии секстиплетов (рис. 1) немного уширены, что указывает на то, что размеры исследуемых МНЧ чуть больше критического и они незначительно распределены по размерам. Сравнение МС с опубликованными показало, что размеры исследуемых частиц $NiFe_2O_4$ составляют $\sim 52\,nm$ [9].

При математической обработке наилучшее соответствие экспериментальному МС (рис. 2), измеренному при T_R во внешнем магнитном поле (H_{\parallel}) , было получено при использовании модели, состоящей из четырех 3С, два из которых относятся к ионам Fe в двух неэквивалентных (A и B) положениях в шпинелях. Интенсивности двух других 3С существенно меньше; кроме того, на них (рис. 2) наблюдаются вторые и пятые линии 3С, соответствующие переходам с $\Delta m = 0$, указывающим на то, что часть спиновых моментов образует некоторый угол с направлением приложенного поля H_{\parallel} . При обработке МС отношение интенсивностей вторых и первых линий ЗС не фиксировали с целью независимого определения угла скоса спинов.

Уменьшение размера кристаллов ферритов-шпинелей до нановеличин приводит к перераспределению катионов металлов по неэквивалентным подрешеткам. Степень преобразования структуры, или параметр инверсии (x), можно оценить по соотношению площадей линий МС ионов Fe в тетра- (I_A) и октаэдрических (I_B) положениях [9,24]:

$$I_A/I_B = f_A/f_B \cdot x/(2-x),$$
 (1)

где f_A/f_B — безотдаточная доля, равная 0.94 при комнатной температуре [25]. Параметры инверсии, рассчитанные из МС (рис. 1 и 2), совпадают в пределах ошибки и равны 0.70 ± 0.05% и 0.73 ± 0.03% соответственно. Эти величины согласуются со значениями 0.72–0.80, приведенными для МНЧ NiFe₂O₄ в [11,16,26,27], но отличаются от значений 0.86–1.25 (см. [9,28] и ссылки там).

Средний угол скоса (θ) магнитных моментов рассчитывается из отношения площадей второй и пятой ($I_{2,5}$) к площадям первой и шестой ($I_{1,6}$) линий секстиплета (см., например, [24]):

$$\theta = 90^{\circ} - \arcsin\{[3(I_{2,5}/I_{1,6})/2]/[1 + 3(I_{2,5}/I_{1,6})/4]\}^{1/2}.$$
(2)

Рассчитанный из интенсивностей линий MC (рис. 2) по формуле (2) угол скоса θ магнитных моментов, занимающих как октаэдрические, так и тетраэдрические положения, составил 25°.

Для сравнения были проведены мессбауэровские измерения на макрокристаллах NiFe₂O₄ при комнатной температуре как в отсутствие внешнего магнитного



Рис. 2. Мессбауэровский спектр магнитных наночастиц NiFe₂O₄ при комнатной температуре во внешнем магнитном поле напряженностью 5.5 T, ориентированном параллельно направлению γ -излучения. Экспериментальные значения показаны точками, модельные — сплошными линиями. A_C и B_C — зеемановские секстиплеты, принадлежащие ионам Fe, занимающим положения в ядре, A_S и B_S — зеемановские секстиплеты, принадлежащие ионам Fe, занимающим положения в ядре, A_S и B_S — зеемановские секстиплеты, принадлежащие ионам Fe, занимающим положения в ядре, A_S и B_S — зеемановские секстиплеты, принадлежащие ионам Fe, занимающим положения в ядре, A_S и B_S — зеемановские секстиплеты, принадлежащие ионам Fe в оболочке наночастиц NiFe₂O₄. Над спектром приведена разность между экспериментальными и модельными значениями.

поля, так и во внешнем поле. Полученные МС макрокристаллов NiFe₂O₄ (здесь не показаны) аналогичны приведенным для макрокристаллов в [24,29]. Рассчитанные из экспериментальных МС макрокристаллов NiFe₂O₄ параметры инверсии составили 0.99(5), что согласуется с данными работ [26,29,30] для макрокристаллов, а угол скоса спиновых моментов (θ) равен нулю. Следовательно, макроскопические кристаллы NiFe₂O₄ обладают структурой обратной шпинели и магнитные моменты упорядочены коллинеарно.

Таким образом, мессбауэровские исследования наночастиц NiFe₂O₄ (в сравнении с объемными кристаллами) во внешнем магнитном поле напряженностью 55 kOe и без него показали, что в МНЧ магнитные моменты отклонены от направления внешнего магнитного поля на угол, равный $\sim 25^{\circ}$, что указывает на неколлинеарное (или скошенное) состояние спиновых магнитных моментов ионов Fe, занимающих как тетра-, так и октаэдрические положения. Площадь 3C, указывает на коллинеарность моментов, существенно превышает

площадь секстиплетов, принадлежащих скошенным спиновым моментам, и можно предположить, что скос спиновых моментов наблюдается у ионов Fe, расположенных в поверхностном слое МНЧ NiFe₂O₄. Причиной скоса является то, что у ионов Fe, расположенных в поверхностном слое частицы, часть магнитных соседей отсутствует, и это приводит к фрустрации их спиновых моментов и неколлинеарному (скошенному) состоянию спинов, тогда как в объеме частицы моменты коллинеарны. Дополнительным источником неколлинеарности спинов может являться низкая симметрия поверхностных атомов, приводящая к сильной локальной анизотропии [24]. Коэффициент инверсии x, равный ~ 0.70 , указывает на преобразование структуры наночастиц феррита NiFe₂O₄ от обратной шпинели к смешанной. Методом МС с регистрацией у-квантов скос магнитных моментов в макрокристаллах NiFe₂O₄ не обнаружен. Прямые доказательства различий магнитной структуры объема и поверхностного слоя макрокристаллов можно получить только с помощью метода одновременной гамма-, рентгеновской и электронной мессбауэровской спектроскопии [31], с использованием которого было показано существование скошенной структуры в макрокристаллах гексагональных ферритов [32].

Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

Список литературы

- Handbook of nanomaterials properties / Eds B. Bhushan, D. Luo, S.R. Schricker, W. Sigmund, S. Zauscher. Berlin-Heidelberg: Springer-Verlag, 2014. 1464 p.
- [2] Clinical applications of magnetic nanoparticles / Ed. N.T.K. Thanh. CRC Press, Taylor & Francis Group, 2018. 495 p.
- Malik A., Butt T.T., Zahid S., Zahid F., Waquar S., Rasool M., Qazi M.H., Qazi A.M. // J. Nanotechnol. 2017. V. 2017.
 P. 1098765 (1–8).
- [4] Sonali, Viswanadh M.K., Singh R.P., Agrawal P., Mehata A.K., Pawde D.M., Narendra, Sonkar R., Muthu M.S. // Nanotheranostics. 2018. V. 2. P. 70–86.
- [5] Pandey B., Litterst F.J., Baggio-Saitovitch E.M. // J. Magn. Magn. Mater. 2015. V. 385. P. 412–417.
- [6] Linderoth S., Hendriksen P.V., Bødker F., Wells S., Davies K., Charles S.W., Mørup S. // J. Appl. Phys. 1994. V. 75. P. 6583– 6585.
- [7] Serna C.J., Bødker F., Mørup S., Morales M.P., Sandiumenge F., Veintemillas-Verdaguer S. // Solid State Commun. 2001. V. 118. P. 437–440.
- [8] Rechenberg H.R., Sousa E.C., Depeyrot J., Sousa M.H., Aquino R., Tourinho F.A., Perzyns R. // Hyperfine Interact. 2008. V. 184. P. 9–14.
- [9] Jacob J., Khadar M.A. // J. Appl. Phys. 2010. V. 107.
 P. 114310 (1-10).
- [10] Beji Z., Ben Chaabane T., Smiri L.S., Ammar S., Fiévet F., Jouini N., Grenéche J.M. // Phys. Status Solidi A. 2006. V. 203. P. 504–512.

- [11] Chkoundali S., Ammar S., Jouini N., Fiévet F., Molinié P., Danot M., Villain F., Grenéche J.M. // J. Phys.: Condens. Matter. 2004. V. 16. P. 4357–4372.
- [12] Choi E.J., Ahn Y., Song K.C. // J. Magn. Magn. Mater. 2006.
 V. 301. P. 171–174.
- [13] Shim J.H., Lee S., Park J.H., Han S.J., Jeong Y.H., Cho Y.W. // Phys. Rev. B. 2006. V. 73. P. 064404 (1–4).
- [14] Chinnasamy C.N., Narayanasamy A., Ponpandian N. // Phys. Rev. B. 2001. V. 63. P. 184108 (1–6).
- [15] Parker F.T., Foster M.W., Margulies D.T., Berkowitz A.E. // Phys. Rev. B. 1993. V. 47. P. 7885–7891.
- [16] Sepelak V, Baabe D, Mienert D, Schultze D, Krumeich F, Litterst F.J, Becker K.D. // J. Magn. Magn. Mater. 2003. V. 257. P. 377–386.
- [17] Sepelak V., Feldhoff A., Heitjans P., Bergmann I., Becker K.D. // Chem. Mater. 2006. V. 18. P. 3057–3067.
- [18] Bingolbali A., Doğan N., Yeşil Z., Asiltürk M. // J. Magn. Magn. Mater. 2015. V. 373. P. 222–225.
- [19] Inbanathan S.S.R., Vaithyanathan V., Chelvane J.A., Markandeyulu G., Bharathi K.K. // J. Magn. Magn. Mater. 2014. V. 353. P. 41–46.
- [20] Ahlawat A., Sathe V.G., Reddy V.R., Gupta A. // J. Magn. Magn. Mater. 2011. V. 323. P. 2049–2054.
- [21] Liu J.H., Wang L., Li F.S. // J. Mater. Sci. 2005. V. 40. P. 2573– 2575.
- [22] Lassoued M.S., Dkhil B., Ammar S., Gadri A. // J. Magn. Magn. Mater. 2019. V. 476. P. 124–133.
- [23] Семенов В.Г., Панчук В.В. Программа обработки мессбауэровских спектров MossFit. Частное сообщение.
- [24] Sepelak V., Bergmann I., Feldhoff A., Heitjans P., Krumeich F., Menzel D., Litterst F.J., Campbell S.J., Becker K.D. // J. Phys. Chem. C. 2007. V. 111. P. 5026–5033.
- [25] De Grave E., Govaert A., Chambaere D., Robbrecht G. // Physica B. 1979. V. 96. P. 103–110.
- [26] Sepelak V., Baabe D., Becker K.D. // J. Mater. Synth. Proc. 2000. V. 8. P. 333–337.
- [27] Baijal J.S., Kothari D., Phanjoubam S., Prakash C. // Solid State Commun. 1989. V. 69. P. 277–280.
- [28] Mittal V.K., Chandramohan P., Bera S., Srinivasan M.P., Velmurugan S., Narasimhan S.V. // Solid State Commun. 2006. V. 137. P. 6–10.
- [29] Daniels J.M., Rosencwaig D.A. // Can. J. Phys. 1970. V. 48. P. 381–396.
- [30] Oliver S.A., Hamdeh H.H., Ho J.C. // Phys. Rev. B. 1999.
 V. 60. P. 3400–3405.
- [31] Камзин А.С., Григорьев Л.А. // ЖТФ. 1990. Т. 60. В. 7. С. 151–156.
- [32] Камзин А.С. // ЖЭТФ. 1999. Т. 116. В. 5(11). С. 1648–1663.

54