© 2012 ІМФ (Інститут металофізики ім. Г. В. Курдюмова НАН України) Надруковано в Україні. Фотокопіювання дозволено тільки відповідно до ліцензії

PACS numbers: 61.05.cp, 75.30.Cr, 75.75.+a, 81.20.Fw, 81.20.Ka, 82.70.Gg, 85.70.Ge

Особливості технології одержання і дослідження нанорозмірних феритів системи NiAl_xFe_{2-x}O₄

В. С. Бушкова, Ю. М. Тафійчук, І. Я. Вилка^{*}

Прикарпатський національний університет імені Василя Стефаника, вул. Шевченка, 57, 76025 Івано-Франківськ, Україна *Науково-дослідний експертно-криміналістичний центр при УМВС в Івано-Франківській обл., вул. Мазепи, 185, 76026 Івано-Франківськ, Україна

З використанням технології золь-ґель за участю автогоріння синтезовано серію зразків системи NiAl_xFe_{2-x}O₄. Виконано магнетні дослідження даної системи. Встановлено, що при x = 1,3 питома магнетованість наситу зразка дорівнює нулю. Розраховано сталу ґратниці досліджуваних наноматеріялів.

 $NiAl_xFe_{2-x}O_4$ ferrites are synthesized by sol-gel process with autocombustion. Magnetic studies of these ferrites are carried out. As revealed, if x = 1.3, specific saturation magnetization of samples is equal to zero. Lattice parameter of investigated nanomaterials is calculated.

С использованием технологии золь-гель с участием автогорения синтезирована серия образцов системы $NiAl_xFe_{2-x}O_4$. Выполнены магнитные исследования данной системы. Установлено, что при x = 1,3 удельная намагниченность насыщения образца равна нулю. Рассчитана постоянная решётки исследуемых наноматериалов.

Ключові слова: технологія ЗГА, ферит, шпінель, температура Кюрі, питома магнетованість, насит.

(Отримано 20 жовтня 2010 р.)

1. ВСТУП

На сьогоднішній день ферити являються актуальними об'єктами для дослідження і перспективними матеріялами для різного прак-

297

тичного застосування. Так, наприклад, феритові осердя використовують у запам'ятовувальних пристроях, високочастотних шпулях індуктивности, трансформаторах, антенах і т.ін. [1]. У всіх названих випадках до недавнього часу використовували ферити, одержані за керамічною технологією. При синтезі феритних матеріялів існує декілька умов, виконання яких необхідне для покращення оптимальних параметрів одержаних речовин. Однорідність хемічного і фазового складу є однією з таких умов, виконання якої забезпечується вибором відповідної технології.

Сучасний рівень нанотехнологій дозволяє створювати і одержувати наноструктурні матеріяли, які мають задані фізико-хемічні властивості [2]. Розвиваючи ідеї нанотехнології на рівні сучасних знань, ми розробили одну з перспективних метод одержання наноматеріялів — золь-ґель за участю автогоріння (ЗГА) [3], що дозволяє синтезувати суміш заданої стехіометрії, однорідну у всьому об'ємі.

Відомо, що фізичні властивості матеріялів залежать від методи їх одержання. Становить інтерес дослідити феритні матеріяли, одержані ЗГА-методою, відмінною від керамічної. Для дослідження були вибрані феритні системи NiAl_xFe_{2-x}O₄, які залежно від кількости діямагнетних йонів Al³⁺ змінюють свої електромагнетні властивості, завдяки чому дані ферити вважаються перспективними для використання в HBЧ-техніці [4–6].

2. МЕТОДИКА ЕКСПЕРИМЕНТУ

Ферити системи NiAl_xFe_{2-x}O₄, де x = 0, 0,1, 0,3, 0,5, 0,7, 0,9, 1,1, 1,2, 1,3 синтезовані за допомогою методи ЗГА.

Технологічні операції в ЗГА-методі полягають у розрахункові складу вихідних компонент, їх розчиненні у воді, невтралізації розчину до рівня pH = 7, витримки, висушуванні і синтезі в процесі автогоріння. Автогоріння відбувається наступним чином: аміячна вода при сполученні з азотною кислотою, яка утворилась у процесі реакції гідролізи, утворює нітрат амонію і воду з виділенням теплоти:

При завершенні процесу випаровування різко підвищується температура, що призводить до загорання залишків органіки, які залишились від лимонної кислоти. Процесу горіння також сприяє ефект утворення феритів з оксидів металів:

$$NiO + Fe_2O_3 \rightarrow NiFe_2O_4 + 20 \ \kappa \ Дж/моль.$$

Дані феритні зразки були однофазними і відносилися до наноструктурних матеріялів. Це доказує рентґеноструктурна аналіза, виконана на уставі ДРОН-3 при мідному випроміненні CuK_{α} ($\lambda = 1,5147$ Å). Розмір феритних частинок розраховували за формулою Шеррера, і він становив 20–70 нм. Температурні залежності питомої магнетованости наситу феритів виміряні за допомогою магнетометра при напружености магнетного поля 800 кА/м.

3. РЕЗУЛЬТАТИ ТА ЇХ ОБГОВОРЕННЯ

На рисунку 1 зображено дифрактограму фериту NiAl_xFe_{2-x}O₄, де x = 0,5. Аналіза дифрактограми показує, що одержані матеріяли є шпінелями, загальну формулу яких записують у вигляді: MFe₂O₄, де M - 2-валентні йони Ni²⁺, Co²⁺, Cu²⁺, Mn²⁺ та інші. Ферит ніклю являється оберненою шпінеллю, де всі йони Ni²⁺ знаходяться в октаедричних (В) положеннях, одна половина йонів Fe³⁺ — теж в октаедричних, а інша — у тетраедричних (А) [7]. Відомо, що при діямаєнетному розведенні ніклевого фериту йонами Zn²⁺, останні за-ймають виключно А-позиції [8–9]. Таку поведінку йонів відповідних феритів можна легко пояснити, адже розподіл йонів в А- і В-вузлах залежить, в основному, від зарядів йонів, електричної конфіґурації і електростатичної енергії. Тетраедричний вузол, який має менший об'єм, будуть займати йони меншого радіюса. Це, в свою чергу, сприяє утворенню шпінельної структури. Йони Zn²⁺ за-ймають А-позиції, тому що їхні 4*s*-, *p*- чи 5*s*-, *p*-електрони утворюють ковалентний зв'язок з шістьма 2*p*-електронами кисню O²⁻.

Таким чином, прагнення того чи іншого електрона займати А- чи В-позицію в ґратниці шпінелі залежить від його розміру і будови електронної оболонки. Як ми знаємо, в деяких йонах, наприклад, в йонах ніклю, тенденція до займання октапозицій виявляється дуже



Рис. 1. Дифрактограма зразка складу NiAl_{0.5}Fe_{1.5}O₄.

сильно. Але при розведенні ніклевого фериту йонами Al^{3^+} спостерігається аномальна поведінка йонів Ni^{2^+} , які знаходяться в A- і B- позиціях. Також при дослідженні нікель-алюмінійових феритів виявилось, що діямагнетні йони Al^{3^+} розташовуються не тільки в тетра-, як йони Zn^{2^+} , але і в октапозиціях [10].

Таким чином, склад і структуру фериту системи $NiAl_xFe_{2-x}O_4$ можна записати у вигляді:

$$(Ni_{a}Fe_{b}Al_{1-a-b})[Ni_{1-a}Fe_{2-x-b}Al_{x-1+a+b}]O_{4},$$
(1)



Рис. 2. Залежність питомої магнетованости о від магнетного поля Н.



Рис. 3. Температурна залежність питомої магнетованости наситу досліджуваної системи $NiAl_xFe_{2-x}O_4$ при x = 0.

де в квадратних дужках знаходяться йони В-позицій, в круглих — А-позицій. Це означає, що в структурі нікель-алюмінійового фериту всі три металічні йони не мають вираженої переваги до будь-якої підґратниці. Таку поведінку катіонів у даній системі можна пояснити наступним чином: процес катіонного розподілу відбувається досить повільно, і катіони можуть не встигнути зайняти енергетично вигідні місця в кристалічних ґратницях завдяки порівняно низькій температурі синтези.

На рисунку 2 зображена залежність питомої магнетованости від магнетного поля. З рисунка 2 видно, що питома магнетованість наситу σ_s зменшується з ростом концентрації діямагнетних йонів, що узгоджується з [11], де зразки були одержані керамічним способом. Звертає увагу той факт, що з ростом х для досягнення питомої магнетованости наситу потрібно прикладати менше магнетне поле.

На рисунку 3 представлено температурну залежність питомої магнетованости наситу для фериту NiFe₂O₄, за якою визначалася температура Кюрі T_c . Стала ґратниці a для кожного складу розраховувалася за формулою $a = \{\lambda/(2\sin\Theta)\}(h^2 + k^2 + l^2)^{1/2}$ (де λ — довжина хвилі, Θ — кути, на яких спостерігалися піки, h, k, l — індекси Міллера) на основі дифрактограм із застосуванням апроксимації Нельсона-Райллі.

Питому магнетованість наситу σ_s , температуру Кюрі T_c , сталу ґратниці a для різного складу фериту системи NiAl_xFe_{2-x}O₄ представлено в табл. Аналізуючи табличні дані, потрібно відмітити, що при x = 1,3магнетованість фериту дорівнює нулю. Це свідчить про те, що при 65% концентрації йонів алюмінію відбувається фазовий перехід другого роду, а саме, феромагнетик-парамагнетик. Таку поведінку нікель-алюмінійових феритів можна легко пояснити. Відомо, що при розведенні магнетної структури діямагнетними йонами обриваються в магнетній системі обмінні зв'язки і виникають неоднорідні стани, при цьому реалізується можливість для формування кластерів — взаємочинних областей з далеким магнетним порядком. Коли

Склад	$σ_s$, A·m·kr ⁻¹	T_c , K	<i>a</i> , Å
x = 0	56,33	866	8,3320
x = 0, 1	48,6	_	8,3117
x = 0, 3	43,11	787	8,2924
x = 0, 5	38,42	709	8,2699
x = 0, 7	30,78	616	8,2472
x = 0,9	28,03	_	8,2294
x = 1, 1	10,40	$\boldsymbol{459}$	8,2003
x = 1, 2	5,50	_	_
x = 1,3	0	_	_

ТАБЛИЦЯ. Залежність питомої магнетованости наситу σ_s , температури Кюрі T_c , сталої ґратниці *а* від складу фериту.

 $x \to 1,3$, тобто при сильному розведенні системи NiAl_xFe_{2-x}O₄ алюмінієм, далекий обмінний зв'язок обривається, і магнетна система розупорядковується. Поява магнеторозупорядкованої фази порушує рівномірний розподіл катіонів досліджуваних феритів.

ЦИТОВАНА ЛІТЕРАТУРА

- 1. С. Крупичка, Физика ферритов и родственных им материалов (Москва: Мир: 1976), т. 2.
- 2. A. V. Kopayev, V. S. Bushkova, J. M. Tafiychuk, and D. L. Zadnipryannyy, Europhysical Conference on Defects in Insulating Materials—EURODIM 2010 (12–16 July 2010, Hungary).
- 3. A. V. Kopayev, I. Y. Vylka, Method of Receipt of Difficult Oxides of Different Metals of Stoichiometric Composition by the Method of Sol–Gel Autocombustion (Patent of Ukraine N36451) (Vasyl Stefanyk PreCarpathian National University. Nu200806839. Date: 19.05.2008. Publ. 27.10.2008. Bull. No. 11).
- 4. А. В. Копаев, Б. К. Остафийчук, И. П. Яремий, И. Я. Вилка, *Поверхность*, **10**: 79 (2007).
- 5. А. В. Копаев, В. С. Бушкова, Ю. М. Тафийчук, XXII Международная научная конференция «Релаксационные явления в твердых телах» (14–17 сентября 2010, Россия).
- 6. N. S. Bhattacharyya and G. P. Srivastava, J. Magn. Magn. Mater., 262: 212 (2003).
- В. А. Боков, Физика магнетиков (СПб.: ФТИ им. А. Ф. Иоффе РАН– Невский Диалект–БХВ-Петербург: 2002).
- В. И. Гольданский, В. Ф. Белов, М. Н. Девишева, В. А. Трухтанов, ЖЭТФ, 49, № 6: 1681 (1965).
- 9. J. M. Daniels and A. Rosencwaig, Can. J. Phys., 48, No. 4: 381 (1970).
- 10. O. G. Mundada, K. B. Modi, K. M. Jadhav, and G. K. Bachile, *Ind. J. Pure. Appl.*, **35**: 554 (1997).
- 11. Е. В. Гортер, УФН, 57, № 3: 435 (1955).