Ni₁- تاثیر جانشانی Zn-Co و بررسی توزیع کاتیونی بر ویژگی ساختاری و مغناطیسی فریت _xZn_xFe_{2-x}Co_xO₄

نیک منش، حسین؛ کاملی، پرویز؛ کریمی، شیوا؛ سلامتی، هادی

دانشکاره فیزیک، دانشگاه صنعتی اصفهان ، اصفهان ۱۱ ۸۴۱۵۶۸۳۱

چکیدہ

در این پژوهش نانوذرات فریت نیکل با آلایش همزمان Zn-Co با فرمول Ni_{1-x}Zn_xFe_{2-x}Co_xO4 و ۱/۰ و ۲/۰ و ۲ خوداحتراقی ساخته شد. ویژگیهای ساختاری و مغناطیسی نمونهها با استفاده از پراش پرتو ایکس (XRD) و مغناطش سنج نمونه ارتعاشی (VSM) اندازه گیری شده است. نتایج XRD با استفاده از نرمافزار MAUD بر پایه تحلیل ریتولد نشان داد که ساختار بلوری نمونهها اسپینلی مکعبی است و توزیع کاتیون در این ساختارها بررسی شده است. بررسی منحنی پسماند نشان داد که مقدار مغناطش اشباع با افزایش آلایش همزمان CO-CO تا مقدار ۲۰/۰= ۲ افزایش و برای مقادیر بیشتر کاهش می برسی شده است. بررسی مندان و ازایش و ازای مقدار است. دلیل اینگونه رفتار را میتوان به توزیع کاتیون و ثابت شبکه نسبت داد.

Effects of Zn-Co-Substitution on the structural and magnetic properties of $Ni_{1-x}Zn_xFe_{2-x}Co_xO_4$ ferrites by virtue of cation distribution.

Nikmanesh, Hossein; Kameli, Parviz; Karimi, Shiva; Salamati, Hadi

Department of Physics, Isfahan University of Technology, Isfahan, 8415683111

Abstract

In this work, nano-crystalline powder co-substitution of Zn-Co substituted Nickel ferrites with general formula $Ni_{1-x}Zn_xFe_{2-x}Co_xO_4$ (x=0, 0.1, 0.2, 0.3, 0.4, 0.5) were synthesized by sol-gel auto-combustion method. Structural and magnetic properties of the samples, were studied by XRD and VSM. The result of XRD by MAUD program based on the Reitveld analysis showed that crystalline structure for all samples is cubic spinel and cation distributions are studied in them. The VSM showed that saturation magnetization initially increased with changing the doping level up to x = 0.4, while for further content, M_s decreased. Also, coercivity fields were found to be maximum in for x = 0.2. This behavior could be explained by cation distributions and lattice parameters.

PACS No. 75

است [۳]. فریتهایی که ساختار اسپینلی دارند با فرمول عمومی MFe₂O4 نشان داده می شوند که جای M کاتیونهای دو ظرفیتی مانند Zn ،Fe ،Co و Ni قرار می گیرد. ساختار اسپینلی از دو جایگاه چهار وجهی(A) و هشتوجهی(B) تشکیل شده است [۴]. بسیاری از ویژگیهای فیزیکی فریتها به طور طبیعی به حالت تعادل و توزیع کاتیون آنها در جایگاههای A و B بستگی دارد. بنابراین

مقدمه

در سالهای اخیر فریتهای اسپینلی به سبب کاربردهای زیادی که در حافظههای مغناطیسی، سنسورها، هستههای مغناطیسی و فروسیالهای مغناطیسی دارند، بسیار مورد توجه واقع شدهاند [۱, ۲]. از این رو بهدست آوردن مقدار مناسب مغناطش اشباع و میدان وادارندگی موضوع بسیاری از تحقیقهای اخیر شده

آکاهی از چگونگی توزیع کاتیون برای فهم ساختارو در نتیجه ویژگیهای مغناطیسی حائز اهمیت است. بهدلیل وابستگی فریتها به عواملی همچون روش ساخت، دمای بازپخت، نوع یونها در ساختارو میزان آلایش، نمیتوان یک توزیع کاتیونی واحد تعریف کرد. بنا به هرکدام از این عوامل یک توزیع کاتیون متفاوت می توان پیشنهاد داد [۵]. یکی از راههای بهبود ویژگیهای مغناطیسی به منظور کاربردهای ذکر شده، استفاده از آلایش مناسب است. به همین منظور در این پژوهش ترکیب فریت نیکل با آلایش همزمان بررسی شده است.

مواد و روش تحقیق

در این تحقیق از روش سل-ژل برای ساخت نمونهها استفاده نيتر ات شده است. برای ساخت نمونه از آهن(Ni(NO₃)₂.6H₂O)، نيترات نيكل (Fe(NO₃)₃.9H₂O)، نيترات كبالت (Co(NO₃)₂.6H₂O)، نيترات د و ي (Zn(NO₃)_{2.4H₂O) و پلی وینیل الکل (PVA) به عنوان مواد} اوليه استفاده شده است. براي تهيه محلول PVA، پودر PVA (./۳ وزنی) با آب مقطر تحت دمای $^0 C$ ۸۰ حل شد و به مدت * ساعت در این دما قرار گرفت. سپس محلول نیتراتهای آماده شده با نسبت استوکیومتری مناسب به محلول PVA اضافه شد. سپس سل بدست آمده را در دمای ^{0}C ۸۰ قرار میدهیم تا ژل بدست آید. ژل حاصل در دمای $^{0}\mathrm{C}$ ۹۰ به مدت ۱۰ ساعت نگه داشته شد تا تمام آب اضافی آن تبخیر شود و بعد آن دمای نمونه تا 14.0° به مدت ۲ ساعت به آرامی افزایش یافت تا ژل خشک بدست آید. در آخر پودر بدست آمده به مدت ۴ ساعت در کوره تحت دمای ۸۰۰⁰C يخت شد.

بحث و نتايج

شکل ۱ الگوهای پراش پرتو ایکس نمونهها با آلایش همزمان Zn-Co را نشان میدهد. نتایج حاصل نشان میدهد که نمونهها با Fd- ساختار اسپینلی با گروه فضایی -Fd

3m دارند و قله اضافي كه نشاندهنده وجود ناخالصي باشد، وجود ندارد و با کارت استاندارد ۰۰-۱۰۱۲ مطابقت دارد. با استفاده از نرمافزار MAUD بر پایه تحلیل ریتولد نوع ساختار بلوری نمونهها تعیین شد و ثابت شبکه، توزیع کاتیونها در جایگاههای A و B مشخص شدند [۶]. شکل ۲ تحلیل ریتولد نمونه Ni_{0.5}Zn_{0.5}Fe_{1.5}Co_{0.5}O4 را نشان داده است. در جدول ۱ مقادیر بهدست آمده از تحلیل ریتولد آمده است. همانطور که مشاهده می شود، تغییرات ثابت شبکه با افزایش مقدار آلایش نزدیک بهم است و روند منظمی ندارد. علت آن را میتوان به توزیع کاتیونها و مقادیر مختلف شعاع یونی یونها در جایگاههای A و B نسبت داد. افزایش ثابت شبکه با افزایش مقدار Zn-Co به دلیل جانشینی یونهای Zn^{2+} با شعاع یونی بزرگتر (۸⁰ A⁰ و ۰/۷۴) بهجای Ni²⁺ با شعاع یونی کوچکتر (۸۵ A⁰) و ۱/۶۹) در جایگاه A و B است[۷]. همچنین کاهش ثابت شبکه به جانشینی یون.های $^{+}$ Co $^{+}$ با شعاع یونی کوچکتر (^{0}A A^{0} و 0 / (۰/۷۴۵) به جای یون
های $^{+}\mathrm{Fe}^{2+}$ با شعاع یونی بزرگتر (۸۵ $^{0}\mathrm{Yr}$ و ۱/۷۸) است. بنابراین تقابل جانشینی یونها با شعاعهای یونی متفاوت در جایگاههای A و B باعث افزایش یا کاهش ثایت شبکه می شود.



شکل ۱ : الگوی پراش پرتوی ایکس نمونههای Ni_{1-x}Zn_xFe_{2-x}Co_xO₄ (۵/



شكل٢ : تحليل ريتولد نمونه Ni_{0.5}Zn_{0.5}Fe_{1.5}Co_{0.5}O₄ .

نمونه	a _{MAUD}	a_{th}	r _A	r _B
X = •	۸/۳۷۵۲	٨/٣٧۴۶	•/0140	•/\٣١٨
$X = \cdot / 1$	٨/٣٧٩٨	۸/۳۸۰۶	•/۵۳•۴	•/٧٣٢٧
X = ∙/۲	Λ/\UpsilonVVV	٨/٣٧٧٧	•/۵۳۸•	٠/٧٣١٩
Χ = ۰/٣	۸/۳۸۰۱	٨/٣٨٠٣	•/۵۴۸	•/\7469
X = ۰/۴	1/WVV9	٨/٣٧٨٠	•/0047	•/\٣١۴
$X=\boldsymbol{\cdot}/\boldsymbol{\hat{\boldsymbol{\omega}}}$	$\Lambda/\UpsilonVI\Lambda$	٨/٣٧١٨	•/۵۶۸۳	•/V\AV

B جدول ۱ : ثابت شبکه a_{MAUD} و a_{th} ، شعاع یونی موثر در جایگاههای A و A و $(r_B \ e^{-r_A})$

برای توزیع کاتیون نمونهها سه فرض را در نظر گرفتیم. مطابق با تحلیل MAUD فرض شده است که یونهای $2n^{2+}$ در هر دو جایگاه A و B قرار گیرند [۶]. در فرض دوم یونهای co^{2+} در هر دو جایگاه به جای Fe^{2+} جانشین شوند و مقداری از یونهای هر دو جایگاه به جای Fe^{3+} جانشین شوند و مقداری از یونهای co^{3+} مم در جایگاه B به جای Fe^{3+} برای برقراری بارالکتریکی کل و برقراری ویژگی مغناطیسی جانشین میشوند [۱]. برای بررسی این دو فرض گفتهشده، مقادیر شعاع یونی موثر با استفاده از معادله ۱ محاسبه و در جدول ۱ آورده شده است[۶].

$$r_A = \sum_i r_i \alpha_i, r_B = \frac{1}{2} \sum_i r_i \alpha_i \tag{1}$$

در این رابطه α_i مقدار یون جانشین شده در جایگاههای A و B و R در این رابطه α_i مقدار یون جانشین شده در جایگاههای A و B است. مقادیر بدست r_i rad یونی یونها در جایگاههای A افزایش می یابد اما مقادیر rB آمده از معادله ۱ نشان می دهد که rA افزایش می یابد اما مقادیر اب افزایش آلایش روند منظمی ندارد. افزایش rA مرتبط با جانشینی یونهای با وزرگتر $2n^{2+1}$ به جای یونهای کوچکتر Ni^{2+1} و مهاجرت یونهای 2e جای R است.

$Ii_{1-x}Zn_xFe_{2-x}Co_xO_4$	نمونه	كاتيون	: توزيع	جدول۲
-------------------------------	-------	--------	---------	-------

نمونه	جایگاه چهار وجهی (A)	جایگاه هشتوجهی (B)
X=•	$Ni_{0.13}^{2+}Fe_{0.75}^{3+}Fe_{0.12}^{2+}$	$Ni_{0.79}^{2+}Ni_{0.08}^{3+}Fe_{0.08}^{3+}Fe_{0.05}^{2+}$
X=۰/۱	$Ni_{0.11}^{2+}Zn_{0.1}^{2+}Fe_{0.62}^{3+}Fe_{0.15}^{2+}Co_{0.02}^{2+}$	$Ni_{0.76}^{2+}Ni_{0.03}^{3+}Fe_{0.12}^{3+}Fe_{1.01}^{2+}Co_{0.07}^{2+}Co_{0.01}^{3+}$
X=•/Y	$Ni_{0.1}^{2+}Zn_{0.15}^{2+}Fe_{0.55}^{3+}Fe_{0.15}^{2+}Co_{0.05}^{2+}$	$Ni_{0.67}^{2+}Ni_{0.03}^{3+}Zn_{0.05}^{2+}Fe_{0.12}^{3+}Fe_{1.01}^{2+}Co_{0.06}^{2+}Co_{0.06}^{3+}$
Χ=٠/٣	$Ni_{0.1}^{2+}Zn_{0.2}^{2+}Fe_{0.45}^{3+}Fe_{0.15}^{2+}Co_{0.1}^{2+}$	$Ni_{0.57}^{2+}Ni_{0.03}^{3+}Zn_{0.1}^{2+}Fe_{0.12}^{3+}Fe_{0.98}^{2+}Co_{0.15}^{2+}Co_{0.05}^{3+}$
Χ=٠/۴	$Ni_{0.09}^{2+}Zn_{0.23}^{2+}Fe_{0.38}^{3+}Fe_{0.13}^{2+}Co_{0.17}^{2+}$	$Ni_{0.48}^{2+}Ni_{0.3}^{3+}Zn_{0.17}^{2+}Fe_{0.15}^{3+}Fe_{0.94}^{2+}Co_{0.13}^{2+}Co_{0.01}^{3+}$
X=∙/۵	$Ni_{0.08}^{2+}Zn_{0.26}^{2+}Fe_{0.41}^{3+}Fe_{0.1}^{2+}Co_{0.18}^{2+}$	$Ni_{0.48}^{2+}Ni_{0.3}^{3+}Zn_{0.17}^{2+}Fe_{0.12}^{3+}Fe_{0.87}^{2+}Co_{0.16}^{2+}Co_{0.016}^{3+}$

با استفاده از رابطه زیر می توانیم ثابت شبکه نظری را بدست آوریم که مقادیر آن در جدول ۱ آمده است[۶].

$$a_{th} = \frac{8}{3\sqrt{3}} \left[(r_A + R_0) + \sqrt{3}(r_B + R_0) \right]$$
(Y)

در این رابطه \mathbf{R}_0 شعاع یون اکسیژن است. با مقایسه دو مقدار amaud و \mathbf{a}_{th} با در جدول ۱ می توان نتیجه گرفت که این دو مقدار با هم تطابق دارد و فرض در نظر گرفته شده برای توزیع کاتیون (جدول ۲)درست است.

مورفولوژی و شکل نانوذرات در شکل ۲ با تصویر FE-SEM نشان داده شده است. همانطور که مشاهده می شود، نانوذرات فریت تقریبا کروی شکل با اندازه میانگین دانههای حدود ۲۰nm



شكل٣: تصوير FESEM از نمونه NiFe₂O₄

برای مطالعه ویژگی مغناطیسی نمونهها، منحنی مغناطش نمونهها بر حسب میدان در دمای اتاق و با استفاده از مغناطش سنج نمونه ارتعاشی (VSM) اندازهگیری شد. منحنی پسماند نمونههای -Ni ارتعاشی (VSM) اندازهگیری شد. منحنی پسماند نمونههای -Ni معناطش اشباع (Xsm) و میدان وادارندگی (Hc) در جدول ۳ آمده است.



شکل۴: منحنی پسماند نمونههای Ni_{1-x}Zn_xFe_{2-x}Co_xO₄. همانطور که در جدول ۳ مشاهده میشود، با افزایش آلایش همزمان Zn-Co مقدار مغناطش اشباع تا ۲/۳ = x افزایش مییابد و برای مقادیر بیشتر کاهش مییابد. دلیل اینگونه رفتار مغناطش

اشباع را می توان به توزیع کاتیون و ثابت شبکه نسبت داد. برای بررسی توزیع کاتیون مقادیر مغناطش تجربی و نظری باهم مقایسه شده است. مغناطش نظری از رابطه نیل $M_A - M_B = M_B$ محاسبه شد که M_A و M_B به ترتیب مغناطش در جایگاههای A و B است. همچنین گشتاور مغناطیسی تجربی با رابطه زیر تعریف می-شود [۶]. مقادیر هر دو گشتاور در جدول ۳ آمده است:

$$n_B^{\exp} = \frac{M_W M_S}{5585} \tag{(Y)}$$

در این رابطه M_w وزن مولکولی هر ترکیب است. در شکل ۵ مقایسه مقادیر n_B^{exp} و n_B^{cal} آمده است. همانطور که مشاهده می-کنیم این دو مقدار مطابقت خوبی باهم دارند. بر اساس توزیع کاتیون، میتوان افزایش مغناطش تا X = X را به جانشینی یون-های غیر مغناطیسی $2n^{2+}$ در جایگاه A دانست که طبق رابطه نیل باعث میشود گشتاور مغناطیسی جایگاه A کمتر از گشتاور مغناطیسی جایگاه B شود. بنابراین گشتاور مغناطیسی کل افزایش میابد. با افزایش آلایش، مقادیر بیشتر یونهای غیر مغناطیسی Co³⁺ میشوندو در نتیجه طبق معادله نیل مغناطش کل کاهش میابد.



شکل۵: مقایسه مقادیر n_B^{exp} و n_B^{exp} برای نمونه Ni_{1-x}Zn_xFe_{2-x}Co_xO₄ مطابق با جدول ۳ مشاهده میکنیم که مقادیر میدان وادارندگی به جز در مقدار ۲/۰=X کاهش یافته است که علت آن را میتوان با رابطه زیر بیان کرد [۸]:

$$H_c = \frac{2K_1}{\mu_0 M_s} \tag{(Y)}$$

در این رابطه K₁ ثابت ناهمسانگردی مکعبی است [۹]. همانطور که مشاهده می شود مقدار ثابت ناهمسانگردی همانند میدان وادارندگی در x=۰/۲ بیشترین مقدار را دارد.

			• •		
نمونه	M _s (emu∣gr)	$H_c(T)$	$n_B^{\mathrm{exp}}(\mu_B)$	$n_B^{cal}(\mu_B)$	$\frac{K_1(erg/cm^3)}{\times 10^3}$
X=•	49	•/•19	١/٩٣	۱/۹۳	191/9
X=۰/۱	۵۹	•/•1٨	۲/۴۸	۲/۴۸	19V/V
X=۰/۲	۶.	•/•٢	۲/۵۴	۲/۵۸	۲۰۵/۵
X=• /٣	۶v	•/•19	۲/۸۴	۲/۸۵	۱۶۱/۳
X=• /۴	66	•/•11	۲/۸۱	۲/VA	۱۲۷/۸
X=•/۵	۵۳	۰/۰۱	۲/۲V	۲/۲۸	۸۹/۵
					-

نظری و تجربی، ثابت ناهمسانگردی (K₁)

نتيجه گيرى

در این مطالعه، نانوذرات فریت نیکل با آلایش همزمان Zn-Co به روش سل ژل ساخته شده است و توزیع کاتیون در آنها بررسی شده است. با استفاده از نرمافزار MAUD بر پایه تحلیل ریتولد نوع ساختار بلوری نمونهها تعیین شد که بیانگر ساختار تکفاز اسپینلی بود. تحلیل VSM نمونهها نشان داد که براساس توزیع کاتیون مغناطش نمونهها تا مقدار ۳/۰=x افزایش و سپس کاهش می یابد که دلیل این گونه رفتار مغناطش اشباع را می توان به توزیع

مرجعها

- [Y] A. M. Wahba and M. B. Mohamed, "Structural, magnetic, and dielectric properties of nanocrystalline Cr-substituted Co 0.8 Ni 0.2 Fe 2 O 4 ferrite," *Ceramics International*, vol. 40, pp. 6127-6135, 2014.
- [Y] C. Ramana, Y. Kolekar, K. K. Bharathi, B. Sinha, and K. Ghosh, "Correlation between structural, magnetic, and dielectric properties of manganese substituted cobalt ferrite," *Journal of applied physics*, vol. 114, p. 183907, 2013.
- [^r] A. A. Ati, Z. Othaman, A. Samavati, and F. Y. Doust, "Structural and magnetic properties of Co–Al substituted Ni ferrites synthesized by co-precipitation method," *Journal of Molecular Structure*, vol. 1058, pp. 136-141, 2014.
- [*] A. Goldman, Modern ferrite technology: Springer Science & Business Media, 2006.
- V. X'Pert HighScore Plus, "2.2 b (2.2. 2)(Date: 01-11-2006): Produced by: PANalytical BV Alemo," *The Netherlands*.
- [[†]] S. Karimi, P. Kameli, H. Ahmadvand, and H. Salamati, "Effects of Zn-Cr-substitution on the structural and magnetic properties of Ni 1- x Zn x Fe 2 - x Cr x O 4 ferrites," *Ceramics International*, vol. 42, pp. 16948-16955, 2016.
- [Y] A. S. Group. (1976). Database of Ionic Radii. Available: http://abulafia.mt.ic.ac.uk/shannon/ptable.php
- [^A] M. Gabal, S. Kosa, and T. Almutairi, "Cr-substitution effect on the structural and magnetic properties of nano-sized NiFe 2 O 4 prepared via novel chitosan route," *Journal of Magnetism and Magnetic Materials*, vol. 356, pp. 37-41, 2014.
- [⁴] H.-W. Wang and S.-C. Kung, "Crystallization of nanosized Ni– Zn ferrite powders prepared by hydrothermal method," *Journal* of Magnetism and Magnetic Materials, vol. 270, pp. 230-236, 2004.