## ФЕРРОМАГНИТНЫЙ РЕЗОНАНС В МНОГОСЛОЙНЫХ И КОМПОЗИТНЫХ НАНОСТРУКТУРАХ

С.А. Вызулин<sup>1</sup>, А.В. Горобинский<sup>1</sup>, Е.В. Лебедева<sup>2</sup>, Н.Е.Сырьев<sup>2</sup> <sup>1</sup> Кубанский государственный университет, <u>alexvg@bmail.ru</u> <sup>2</sup> Московский государственный университет им. М.В. Ломоносова, <u>nss@phys.msu.ru</u>

В работе рассмотрен ферромагнитный резонанс в многослойных и композитных наноструктурах  $\{[(Co_{45}Fe_{45}Zr_{10})_m+(Al_2O_3)_{100-m}]_x+[\alpha-Si]_y\}_z$ . Изучалось влияние размерных параметров: толщины магнитных слоев (x) и немагнитных прослоек (y), количества бислоев (z), концентрации магнитной фазы (m) на спектры ФМР. Исследовалось влияние температуры и типа магнитного упорядочения на спектры ФМР композитных систем  $(Co_{45}Fe_{45}Zr_{10})_m+(Al_2O_3)_{100-m}$ .

Заметный рост интереса к изучению композитных магнитных структур начался около 25 лет назад и был связан с существенным прогрессом в технологии их получения. Композитные магнитные системы перспективны для использования в различных областях техники и технологии. Их свойства обладают большим разнообразием и значительно отличаются от свойств массивного материала. Такие эффекты как гигантское магнитосопротивление, антипараллельное упорядочение соседних ферромагнитных слоев, а также возможность получать структуры с требуемой величиной и знаком межслойного обмена позволяют создавать на основе композитных магнитных структур компактные датчики магнитного поля, ячейки энергонезависимой памяти для вычислительной техники, магнитные вентили и т.д.

Можно выделить три основных типа пленочных магнитоупорядоченных наноструктур (Рис. 1):

а) гранулированные нанокомпозиты с магнитными наногранулами (1), внедренными в немагнитную матрицу (2), расположенную на подложке (3);

б) многослойные системы, состоящие из наноразмерных чередующихся магнитных слоев (4) и немагнитных прослоек (5), нанесенных на подложку (3);

в) комбинированные многослойные системы, состоящие из наноразмерных чередующихся магнитных слоев и немагнитных прослоек (5), расположенных на подложке (3); магнитные слои в таких системах представляют собой гранулированные нанокомпозиты, состоящие из магнитных наногранул (1), внедренных в немагнитную матрицу (2).

Свойства материалов с низкоразмерными магнитными включениями исследуются достаточно давно. Они зависят от многих факторов: химического состава, методов синтеза, размера и формы магнитных включений, взаимодействия частиц с соседними частицами и окружающей их матрицей. Показано, что в зависимости от содержания магнитной компоненты магнитная система может находиться в суперпарамагнитном, суперферромагнитном или ферромагнитном состояниях. Переход от суперпарамагнитного состояния в ферромагнитное происходит при некотором значении концентрации магнитной фазы, называемым порогом перколяции. Многие фундаментальные вопросы, относящиеся к области нанокластеров и нанокластерных систем, остаются недостаточно изученными. В частности, не совсем ясны механизмы межкластерных взаи-

модействий и взаимодействий кластера с матрицей. Влияние температуры на условия реализации перколяционного перехода также остается недостаточно изученным.

Целью настоящей работы является изучение влияния размерных параметров: концентрации магнитных гранул, толщин магнитных слоев и немагнитных прослоек, количества слоев на спектры ФМР; а также влияние типа магнитного упорядочения и температуры образцов на спектры ФМР в окрестности перколяционного перехода.



a)

1

2

3

Рис. 1.Типы магнитоупорядоченных структур.



Рис. 2. Положение образца по отношению к внешнему магнитному полю.

Спектры ФМР регистрировались при помощи ЭПР спектрометра JEOL FA-300 на частоте 9.13 ГГц с использованием обычной модуляционной техники (записывались производные сигналов поглощения). Измерения проводились при разной ориентации постоянного магнитного поля  $\mathbf{H}$  – от параллельной относительно плоскости пленки ( $\alpha$ =90°,  $\alpha$  – угол между внешним магнитным полем  $\mathbf{H}$  и нормалью к поверхности образца  $\mathbf{n}$ ) до перпендикулярной ( $\alpha$ =0) (Рис 2). Для всех типов колебаний определялись значения резонансных полей  $H_{pes}$  и ширины линий поглощения  $\Delta H$ .

Исследованы 5 серий образцов.

1. Мультислойные структуры, состоящие из магнитных слоев  $Co_{45}Fe_{45}Zr_{10}$  и полупроводниковых

прослоек из аморфного α-Si (*m*=100 ат.%; 1.23<*x*<1.94 нм; 0.23<*y*<2.76 нм; *z*=6).

2. Мультислойные структуры аналогичные по составу серии 1 с 1.5<x<2.3 нм; 0.57<y<4.97 нм; z=40.

3. Мультислойные структуры аналогичные по составу серии 1 с 1.98<x<2.99 нм; 0.57<y<4.97 нм; z=40.

4. Комбинированные системы, состоящие из магнитных слоев, выполненных в виде гранулированных нанокомпозитов с магнитными гранулами  $Co_{45}Fe_{45}Zr_{10}$  размером 2÷7 нм, внедренными в диэлектрическую матрицу  $Al_2O_3$  и немагнитных прослоек из аморфного  $\alpha$ -Si (z=40, 1.6<x<2.3 нм, 0.6<y<5.7 нм). Параметр *m* был порядка 46 ат. %, что выше перколяционного значения ( $m_p \approx 45$  ат. %) наблюдаемого в гранулированных системах.

5. Нанокомпозиты, состоящие из наноразмерных аморфных кластеров  $Co_{45}Fe_{45}Zr_{10}$  размером 2÷7 нм, внедренных в диэлектрическую аморфную матрицу  $Al_2O_3$ . Концентрация гранул *m* менялась от 31 до 64 %.

Спектры при разных значениях толщины магнитного слоя x для образцов серии 1 (x=1,95 нм), 2 (x=2,1 нм), 3 (x=2,8 нм) но, при одинаковой толщине немагнитной прослойки (y=1,98 нм) приведены на рисунке 3 (а) – для случая  $\alpha=90^{\circ}$ , б) для  $\alpha=0$ ). Цифры на графиках обозначают номер серии.



Рис. 3. Спектры ФМР образцов серии 1, 2, 3 с *y*=1,99 нм, при *α*=90° (а), *α*=0 (б)

Видно, что при  $\alpha$ =90° уменьшение толщины магнитного слоя приводит к увеличению значения резонансного поля  $H_{pes}$ . В данных спектрах заметно влияние количества слоев в образцах. Для серий 2 и 3 с 40 слоями увеличение x на 0,7 нм приводит к уменьшению  $H_{pes}$  на 160 Э. Для серий 1 и 2 с 6 и 40 слоями, соответственно, увеличение x всего на 0,15 нм приводит к уменьшению *H*<sub>*peз*</sub> на 420 Э. Кроме того, в спектре образца серии 1 наблюдается уширение и деформация формы линии поглощения, по сравнению с образцами серий 2 и 3.

При нормальном подмагничивании с увеличением толщины магнитного слоя наблюдается рост резонансного поля. Спектр шестислойного образца отличается более широкими линиями поглощения: для серии 1  $\Delta H \approx 300$  Э, для серии 2 –  $\Delta H < 100$  Э, для серии 3 –  $\Delta H \approx 100$  Э.

Спектры при разных значениях толщины немагнитной прослойки *у* для образцов серии 1 (*y*=1,99 нм), 2 (*y*=1,99 нм), 3 (*y*=0,7 нм) но, при одинаковой толщине магнитного слоя (*x*≈1,98 нм) приведены на рисунке 4 (а) – для случая  $\alpha$ =90°, б) для  $\alpha$ =0).

При  $\alpha$ =90° с ростом толщины немагнитной прослойки наблюдается рост  $H_{pes}$ . Образцы серий 1 и 2 имеют одинаковые значения толщины немагнитной прослойки, но величины  $H_{pes}$  для шестислойного образца больше чем для образца с 40 слоями на ~600 Э. Рост у приводит к уширению линий поглощения: при y=0,7 нм  $\Delta H$ =70 Э, при y=1,99 нм  $\Delta H$ =90 Э. Как и в случае с фиксированным y, спектр шестислойных образцов имеет более широкие линии поглощения:  $\Delta H$ =90 Э для серий 3;  $\Delta H$ ≈180 Э для серии 1.

В случае нормального подмагничивания рост толщины немагнитной прослойки приводит к уменьшению значения  $H_{pes}$ . Образец с шестью слоями (серия 1) имеет  $H_{pes}$  меньше чем  $H_{pes}$  образца с 40 слоями (серия 2) и тем же значением *y*. Так же как и при  $\alpha$ =90° рост *y* приводит к увеличению  $\Delta H$ .



Рис. 4. Спектры ФМР образцов серии 1, 2, 3 с *х*≈1,98 нм, при α=90° (а), α=0 (б)

На рисунке 5 приведены спектры ФМР для образцов серии 2 (x=2,0 нм; y=1,4 нм) и серии 4 (x=2,0 нм; y=1,4 нм). Спектры приведены при касательном ( $\alpha=90^{\circ}$ ) и нормальном ( $\alpha=0$ ) подмагничивании. Цифры на графике обозначают номер серии.



Рис. 5. Спектры ФМР образцов серии 2, 4 с *у*≈1,4 нм, при α=90° (а), α=0 (б)

В случае касательного подмагничивания при одинаковых толщинах магнитных и немагнитных слоев (серия 2 и 4) спектр образцов серии 4 с композитными слоями характеризуется более высоким значениями  $H_{pes}$ , чем образцы со сплошными магнитными слоями. Спектр образцов серии 4 имеет более широкие линии поглощения:  $\Delta H \approx 30$  Э для серий 2;  $\Delta H \approx 190$  Э для серии 4. Количество слоев в данных образцах одинаково, поэтому различия в спектрах можно объяснить только различием структуры магнитных слоев.

При нормальном подмагничивании спектры образцов серии 4 имеют меньшие значения  $H_{pe3}$ , чем у образцов серии 2. Ширины линий поглощения существенно не различаются и составляют примерно 120 Э.

На рисунке 6 показаны спектры образцов серии 4 с  $m \approx 46$  ат. %,  $x \approx 2,22$  нм,  $y \approx 3,36$  нм и серии 5 с  $m \approx 45$  ат. % при  $\alpha = 90^{\circ}$  (а),  $\alpha = 0$  (б). Видно, что спектр композитов существенно отличается от спектра комбинированных структур.

При  $\alpha$ =90°спектр комбинированной структуры состоит из четырех линий поглощения шириной порядка 150 Э. Спектр образца серии 5 состоит из одной широкой ( $\Delta H \approx 400$  Э) линии поглощения. Спектр образцов серии 4 характеризуется более высоким значениями  $H_{pes}$ , чем образцы серии 5.

При  $\alpha=0$  спектр комбинированной структуры состоит из семи линий поглощения, ширины линий не превышают 200 Э. Значения  $H_{pes}$  находятся в пределах от 4,5 до 9,5 кЭ. Спектр композита состоит из 10 линий поглощения, ширина линий поглощения порядка 150 Э. Значения  $H_{pes}$  находятся в пределах от 10 до 12 кЭ. Так как концентрация гранул в данных образцах примерно одинакова, то отличия в спектрах связаны с разным типом магнитного упорядочивания.



Рис. 6. Спектры ФМР образцов серии 4 с *х*≈2,22 нм, *у*≈3,36 нм; серии 5 с *m*≈45 % при *α*=90° (а), *α*=0 (б)

Для серии 5 проводилось так же исследование влияния температуры (*T*) на спектры ФМР. При температурах 140, 300 и 470 К измерялись угловые зависимости  $H_{pes}$  и  $\Delta H$ . Установлено, что вид зависимости  $H_{pes}(\alpha)$  одинаков для всех температур. Влияние температуры на спектры ФМР исследовалось в интервале значений *T* от 470 до 140 К с шагом 10 К при  $\alpha$ =90° и  $\alpha$ =0. Установлено, что при касательной ориентации магнитного поля с уменьшением температуры наблюдается уменьшение  $H_{pes}$ . Для нормального подмагничивания с уменьшением температуры  $H_{pes}$  увеличивается. С изменением температуры возможно изменение и количественного состава спектра. Появление новых пиков поглощения чаще регистрировалось с уменьшением температуры. Однако, в ряде случаев, при высокой температуре (более 370 К) наблюдалось возникновение широкой линии поглощения, нерегистрируемой ранее при более низкой температуре. Изменение температуры приводит к изменению эффективной намагниченности.

Изотермические концентрационные зависимости ширин линий поглощения в окрестности  $m \approx 45$  % существенно изменяются – происходит скачок  $\Delta H$ . Вариации температуры не приводят к качественному изменению хода кривых  $\Delta H(m)$ . С понижением температуры величина скачка ширины линий поглощения в области  $m \approx 45\%$  уменьшается. На основании этих данных можно

сделать вывод, что влияние температуры на условия реализации порога перколяции в нанокомпозитах  $(Co_{45}Fe_{45}Zr_{10})_m (Al_2O_3)_{100-m}$  незначительно.

В ходе работы нами был произведен расчет резонансных полей для композитных структур. Для расчета использовалась модель эффективной среды в приближении усредненной по объему намагниченности. Из выражения для плотности размагничивающей энергии пластины в приближении сфероидальных гранул (в плоскости пластины) и из условий минимума энергии были найдены формулы для расчета резонансных полей. При  $\alpha$ =90° резонансное поле определяется из выражения:

$$\left(\frac{\omega}{\gamma}\right)^2 = H_0 \left\{ H_0 + f M \left\{ (1 - f) (N_z - N_y) + 4\pi \right\} \right\},\tag{1}$$

а при *а*=0

$$\frac{\omega}{\gamma} = H_0 - fM \{ (1 - f)(N_z - N_y) + 4\pi \},$$
(2)

где f – фактор объемного заполнения гранул в матрице ( $0 \le f \le 1$ ),  $\gamma$  –гиромагнитное отношение,  $\omega$ – частота,  $N_z$ ,  $N_y$  – размагничивающие факторы сфероидальных гранул вдоль оси z и в плоскости пластины соответственно.

Полученные по формулам (1) и (2) теоретические значения  $H_{pes}$  хорошо согласуются с эмпирическими данными. На рисунке 7 представлена экспериментальная зависимость  $H_{pes}(m)$  и результаты теоретического расчета. Маркерами обозначены опытные данные при  $\alpha=90^{\circ}$  и при  $\alpha=0$ . Соответствующие теоретические результаты обозначены сплошными кривыми.

Проведенные исследования позволили выявить влияние на спектры ФМР размерных параметров и типа магнитного упорядочивания.

Уменьшение доли ферромагнитных включений до некоторого значения приводит к существенному изменению зависимости  $\Delta H(m)$  для основной моды, что может быть интерпретировано как перколяционный переход. Анализ зависимости позволяет определить окрестность значений концентрации, в которой наблюдается структурная перестройка материала.



Установлено, что в многослойных образцах увеличение толщины магнитного слоя при неизменной толщине немагнитной прослойки приводит к уменьшению значений  $H_{pes}$  при  $\alpha=90^{\circ}$  и увеличению  $H_{pes}$  при  $\alpha=0$ . Увеличение толщины магнитного слоя приводит к уменьшению ширин линий поглощения как при  $\alpha=90^{\circ}$  так и при  $\alpha=0$ .

Уменьшения количества слоев при неизменной их толщине приводит к уменьшению значений  $H_{pes}$  при  $\alpha=90^{\circ}$  и увеличению  $H_{pes}$  при  $\alpha=0$ , а так же к увеличению  $\Delta H$  при  $\alpha=90^{\circ}$  и  $\alpha=0$ .

Замена сплошного магнитного слоя композитом с концентрацией гранул около 46 ат. % приводит к уменьшению значений  $H_{pe3}$  при  $\alpha$ =90° и увеличению  $H_{pe3}$  при  $\alpha$ =0, а так же к увеличению  $\Delta H$  при  $\alpha$ =90° и  $\alpha$ =0.

Спектр композитных материалов и спектр комбинированных структур с примерно одинаковой концентрацией гранул существенно различается. Композитные материалы при  $\alpha=0$  характеризуются более высокими значениями резонансных полей.

Для композитных материалов в рамках классического подхода эффективной среды получены соотношения, позволяющие оценить значения резонансных полей в зависимости от объемной концентрации магнитной фазы. Теоретические значения резонансных полей хорошо согласуются с опытными данными.

Работа выполнена при финансовой поддержке РФФИ (проект № 08-03-99042-р офи).