### 05,04

# Разбавленный ферримагнетизм ильменитов $Mn_3FeTiSbO_9$ и $Mn_4FeTi_2SbO_{12}$

© Г.В. Базуев<sup>1</sup>, А.В. Королев<sup>2</sup>, Б.Г. Головкин<sup>1</sup>

<sup>1</sup> Институт химии твердого тела УрО РАН, Екатеринбург, Россия <sup>2</sup> Институт физики металлов им. М.Н. Михеева УрО РАН, Екатеринбург, Россия E-mail: bazuev@ihim.uran.ru

(Поступила в Редакцию 8 декабря 2015 г.)

Методом закаливания при обычных условиях получены метастабильные твердые растворы (TP)  $Mn_3FeTiSbO_9$  и  $Mn_4FeTi_2SbO_{12}$  со структурой ильменита (пространственная группа  $R\overline{3}$ ). Состав соединений подтвержден данными EDX-спектроскопии и рентгенографически. Магнитные свойства TP проанализированы на основе сравнения с ферримагнитным ильменитом  $Mn_2FeSbO_6$  ( $T_N = 269$  K) — природным минералом и керамикой, полученной при высоком давлении и высокой температуре. TP характеризуются как разбавленные магнитные системы, образованные в результате замещения части катионов  $Fe^{3+}$  и Sb<sup>5+</sup> немагнитными катионами Ti<sup>4+</sup>.  $Mn_3FeTiSbO_9$  рассматривается как перколяционный ферримагнетик с  $T_N = 171$  K, а  $Mn_4FeTi_2SbO_{12}$  — как магнетик с концентрацией магнитных кластеров ниже порога перколяции.

Работа частично поддержана РФФИ (грант № 14-03-00354а).

### 1. Введение

Соединения со структурой минерала ильменита FeTiO<sub>3</sub> обладают практически важными физическими и физико-химическими свойствами и по этой причине привлекают внимание специалистов в области материаловедения. Структуру ильменита (гексагональная пространственная группа  $R\overline{3}$ ), кроме FeTiO<sub>3</sub> имеют также титанаты других переходных металлов (Co, Ni и Mn) [1]. В настоящее время они широко используются в качестве пигментов, диэлектриков, электродов топливных ячеек, газовых сенсоров, эффективных катализаторов и др. [2–4].

Структура ильменита (рис. 1) основывается на гексагональной плотноупакованной кислородной решетке с атомами металлов, занимающими две трети имеющихся октаэдрических позиций. Одна треть позиций вакантна. Структура близко связана со структурой гематита  $\alpha$ -Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, который сформирован чередующимися вдоль оси с слоями октаэдров из ионов Fe<sup>3+</sup> и O<sup>2-</sup>. Ильменит FeTiO<sub>3</sub> включает два различных слоя октаэдров: A с катионами Fe<sup>2+</sup> и B — с катионами Ti<sup>4+</sup>, полностью упорядоченными вдоль оси с. Каждый октаэдр FeO<sub>6</sub> и TiO<sub>6</sub> связан тремя ребрами с октаэдрами внутри слоя, гранью с октаэдром второго типа атомов соседнего слоя, а противоположной гранью — с вакантной октаэдрической позицией.

Титанаты со структурой ильменита  $M TiO_3$  (M = Mn, Fe, Co, Ni) обладают полупроводниковыми характеристиками и весьма своеобразными магнитными (антиферромагнитными) свойствами, хотя в качестве магнетиков и не представляют значительного интереса в практическом плане из-за низких температур магнитного упорядочения (40–100 K). Эти соединения перспективны для

исследования влияния катионов переходных металлов на косвенные обменные взаимодействия, магнитную и кристаллическую структуру и электронные свойства [5].

Среди ильменитов выделяется ниобат лития LiNbO<sub>3</sub>, который обладает сегнетоэлектрическими, оптически-



**Рис. 1.** Кристаллическая структура ильменита FeTiO<sub>3</sub> ( $ABO_3$ ) (пространственная группа  $R\overline{3}c$ ). Указан состав слоев: A - c катионами Fe<sup>2+</sup>, B - c катионами Ti<sup>4+</sup>, полностью упорядоченными вдоль оси c, V — вакансии.

ми, электро- и нелинейно-оптическими свойствами, что делает его перспективным для получения материалов для современной техники [6]. Кристаллическая структура LiNbO<sub>3</sub> при комнатной температуре отличается от структуры рассмотренных ильменитов MTiO<sub>3</sub> и относится к нецентросимметричной пространственной группе R3c.

Синтез соединений MTiO<sub>3</sub> (M = Mn, Fe, Co, Ni) со структурой ильменита легко осуществим при обычных условиях: из простых оксидов соответствующих металлов на воздухе или в инертной атмосфере. Особый интерес вызывает термобарическая обработка данных соединений, в результате которой они приобретают структуру типа LiNbO3 или перовскита [7]. В 2008 г. было теоретически предсказано [8], что фаза высокого давления FeTiO<sub>3</sub> (структурный тип LiNbO<sub>3</sub>) должна обладать магнитоэлектрическими свойствами. Проведенные в [9] исследования подтвердили, что полученный при давлении 18 GPa и 1200°C FeTiO<sub>3</sub> со структурой типа LiNbO<sub>3</sub> является слабоферромагнитным с  $T_N = 120 \, \text{K}$ и обладает спонтанной поляризацией при комнатной температуре (и ниже). Титанаты MnTiO<sub>3</sub> и MnSnO<sub>3</sub> после термобарической обработки, как было установлено в [7,10], также принимают полярную структуру и являются кандидатами в мультиферроики. В связи с этим в настоящее время в мире проводятся исследования в области синтеза новых сложных оксидов со структурой ильменита, содержащих магнитные катионы. Разрабатываются методы получения и исследуются тонкие пленки ильменитов на предмет их магнитных свойств, электрической поляризации и других физических характеристик. Повышенный интерес к материалам, сочетающим сегнетоэлектрическое и магнитное упорядочение, обусловлен перспективами их использования в наноэлектронике и спинтронике [11].

В 1883 г. в Швеции был открыт природный минерал меланостибит состава Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> со структурой ильменита (пр. гр. R3). Длительное время сведения о меланостибите были ограничены минералогическими и структурными исследованиями [12,13]. Синтетический аналог природного минерала состава Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> со структурой ильменита впервые был воспроизведен в работах [14,15]. Было установлено, что при твердофазном синтезе из оксидов в обычных условиях данное соединение не образуется. Продукты спекания оксидов Fe<sub>2</sub>O<sub>3</sub>, MnO и Sb<sub>2</sub>O<sub>3</sub> на воздухе при 900-1300°C содержали двойные оксиды MnSb2O6, Mn2Sb2O7 и МпFe<sub>2</sub>O<sub>4</sub>. Образование ильменита Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> было зафиксировано только в результате термобарической обработки при 900-1000°С и 3 GPa согласно реакции  $2Mn_2O_3 + Fe_2O_3 + Sb_2O_3 = 2Mn_2FeSbO_6.$ 

Наряду с соединением  $Mn_2FeSbO_6$  в [14] были получены ильмениты с Ga и Al в позициях Fe. Было также показано, что при повышении давления в процессе синтеза до 5–6 GPa ильменит  $Mn_2FeSbO_6$  превращается в моноклинный перовскит. Обе модификации  $Mn_2FeSbO_6$ 

обладают спонтанной намагниченностью при комнатной температуре, что дало основание предположить их возможный ферромагнетизм. В работах [16,17] было впервые показано, что минерал меланостибит и его синтетический аналог  $Mn_2FeSbO_6$  обладают ферримагнитными свойствами с  $T_N = 269$  и 268 К соответственно.

В связи с этими результатами представляет интерес продолжить исследования ильменита Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> и его аналогов. Недавно [18] при 70 kbar и 1300°C получены соединения Mn<sub>2</sub>FeNbO<sub>6</sub> и Mn<sub>2</sub>FeTaO<sub>6</sub>, которые были отнесены к группе полярных магнитных оксидов со структурой типа LiNbO<sub>3</sub>. Полярная природа этих соединений установлена с помощью рентгеновской и электронной дифракции, измерения второй гармоники и теоретических расчетов. Соединения не обладают сегнетоэлектрическими свойствами и являются пироэлектриками при низких температурах. Магнитные свойства этих соединений определяются скошенными антиферромагнитными взаимодействиями, которые индуцируют появление слабого ферромагнетизма. С учетом данных о влиянии высокого давления и температуры на ильмениты ATiO<sub>3</sub> [7,9,10] представляет интерес получить нецентросимметричную модификацию (типа LiNbO<sub>3</sub>) Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub>. Отметим, что при дополнительной обработке этого ильменита Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> при высоких температурах и давлении в работе [19] получен образец, содержащий смесь обычного ильменита ( $R\overline{3}$ ) и полярной модификации с пространственной группой R3c.

Другая стратегия данных исследований связана с синтезом соединений общего состава  $Mn_2BB'O_6$  с различными магнитными катионами в *B*- и *B'*-позициях (например, с новой комбинацией  $B^{2+}B'^{6+}$ , где в позициях *B'* могут быть  $Mo^{6+}$ ,  $W^{6+}$ ,  $Te^{6+}$  и другие катионы). Ряд новых соединений с использованием техники высоких давлений и высоких температур получен в работах [20] ( $Mn_2FeReO_6$ ), [21] ( $Mn_2FeMoO_6$ ) и [22] ( $Mn_2FeWO_6$ ). Все эти соединения являются магнитодиэлектриками, но имеют структуры, отличные от структуры ильменита.

В работе [23] исследована возможность получения ильменита на основе  $Mn_2FeSbO_6$  в обычных условиях. С этой целью изучено взаимодействие на воздухе в системе Mn-Fe-Ti-Sb-O по разрезу  $Mn_2FeSbO_6-MnTiO_3$  и выделено новое соединение состава  $Mn_3FeTiSbO_9$  со структурой ильменита.

В настоящей работе сообщается о синтезе наряду с  $Mn_3FeTiSbO_9$  также твердого раствора (TP) состава  $Mn_4FeTi_2SbO_{12}$  и магнитных свойствах этих новых ильменитов.

# 2. Эксперимент

 $Mn_3FeTiSbO_9$  и  $Mn_4FeTi_2SbO_{12}$  были получены методом твердофазных реакций из оксидов  $Fe_2O_3$ ,  $TiO_2$ ,  $Mn_2O_3$  и  $Sb_2O_3$ , содержащих не менее 99.9% основного вещества. Исходные реагенты тщательно перемешивались, перетирались и прессовались под дав-



Рис. 2. Рентгенограммы Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> (a) и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> (b) и результаты обработки по методу Ритвелда. Точки — данные эксперимента, сплошная кривая — вычисленный спектр. Внизу приведена разность между экспериментальными данными и вычисленной кривой. Вертикальные отметки — разрешенные индексы Миллера для ильменита (верхний ряд) и Mn<sub>2</sub>Sb<sub>2</sub>O<sub>7</sub> (нижний ряд).

лением 3000 kg/cm<sup>2</sup>. Образцы помещались в алундовые тигли и подвергались спеканию на воздухе при 1150-1220°С в течение 24 h с промежуточным перетиранием после 12 h. После синтеза образцы охлаждались путем закаливания в воду. Продукты реакций анализировались рентгенографически на дифрактометре Shimadzu 7000 в СиК<sub>а</sub>-излучении с Ni-фильтром в интервале  $2\theta = 10 - 100^{\circ}$ . Рентгенограммы полученных образцов обрабатывались по методу полнопрофильного анализа Ритвелда с помощью программы FULLPROF 2010. Критериями расшифровки служили факторы сходимости: брэгговский ( $R_{\rm Br}$ ) и структурный ( $R_f$ ). Состав продуктов устанавливался также по данным энергодисперсионных рентгеновских (EDX) спектров, измеренных с помощью EDX-детектора сканирующего электронного микроскопа (SEM) JSM5900L.

Магнитные измерения проводились на СКВИД-магнитометре MPMS-5-XL фирмы QUANTUM DESIGN. Измеряемый образец массой ~ 0.3-0.5 g в спеченном виде помещался в желатиновую капсулу. Температурный интервал измерений 5-400 К. Измерения были проведены при напряженности магнитного поля H = 5 и 0.5 kOe. Температурные зависимости намагниченности  $\sigma$ и восприимчивости  $\chi$  определены для двух режимов проведения эксперимента: охлаждение при напряженности магнитного поля, равной нулю (ZFC), и в измеряемом магнитном поле (FC). С помощью измерений статического магнитного момента образца определялись намагниченность  $\sigma$  и магнитная восприимчивость  $\chi = \sigma/H$ , а с использованием метода измерения динамической магнитной восприимчивости — действительная  $\chi'$  составляющая магнитной восприимчивости при амплитудном значении переменного магнитного поля до 4 Ое при частоте 80 Hz.

## 3. Результаты и их обсуждение

На рис. 2 представлены рентгенограммы Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub>, полученных путем закаливания образца от 1200°C в воду. Наряду с соединением со структурой ильменита в образцах зафиксировано присутствие Mn<sub>2</sub>Sb<sub>2</sub>O<sub>7</sub> [24,25]. На рис. 3 и в табл. 1 приведены результаты элементного анализа Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub>, полученные на основе EDX-спектроскопии. Приведенные данные свидетельствуют о том, что синтезированные соединения имеют химический состав, близкий к стехиометрическому. Некоторое уменьшение содержания сурьмы может быть связано с процессом испарения оксида этого элемента при высоких температурах. Методом EDX-спектроскопии в образцах было зафиксировано соединение Mn<sub>2</sub>Sb<sub>2</sub>O<sub>7</sub>, а также незначительное количество двойного оксида состава Мп<sub>1.85</sub>Fe<sub>2.15</sub>O<sub>4</sub>. Данная фаза с помощью рентгенографического анализа не была зафиксирована.

В табл. 2 приведены параметры кристаллической структуры данных TP вместе с параметрами известных ильменитов  $Mn_2FeSbO_6$ ,  $MnTiO_3$  и FeTiO\_3. Видно, что при увеличении содержания катионов  $Ti^{4+}$  в рассматри-

**Таблица 1.** Элементный состав (mass %) Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> по данным EDX-анализа

Атом	Mn <sub>3</sub> FeTiSbO <sub>9</sub>		Mn <sub>4</sub> FeTi <sub>2</sub> SbO <sub>12</sub>		
	Теория	Эксперимент	Теория	Эксперимент	
Mn	30.85	30.94	32.08	32.73	
Fe	10.45	12.42	8.15	8.74	
Ti	8.96	9.21	13.98	14.66	
Sb	22.79	20.62	17.77	15.95	
0	26.95	26.81	28.02	27.92	



**Рис. 3.** Спектры EDX кислорода, Mn, Fe, Ti и Sb для  $Mn_3FeTiSbO_9(a)$  и  $Mn_4FeTi_2SbO_{12}(b)$ .

ваемом ряду происходит уменьшение параметров *a*, *c* и объема *V* элементарной ячейки ильменита. Наблюдаемые изменения параметров гексагональной ячейки в данном ряду вполне согласуются с их химическим составом и радиусами катионов  $Mn^{2+}$  (0.83 Å),  $Fe^{2+}$  (0.78 Å),  $Fe^{3+}$  (0.645 Å),  $Ti^{4+}$  (0.605 Å) и Sb<sup>5+</sup> (0.60 Å) [26]. Эти данные позволяют заключить, что катионы  $Ti^{4+}$  в TP занимают позиции в *B*-слоях ильменита вместе с катионами  $Fe^{3+}$  и Sb<sup>5+</sup>. Химический состав TP может быть выражен формулами  $(Mn)_A(Fe_{0.33}Ti_{0.33}Sb_{0.33})_BO_3$  и  $(Mn)_A(Fe_{0.25}Ti_{0.5}Sb_{0.25})_BO_3$ .

Таблица 2. Параметры гексагональной структуры ильменитов (пространственная группа R3)

Параметры	Mn <sub>2</sub> FeSbO <sub>6</sub>	Mn <sub>3</sub> FeTiSbO <sub>9</sub>	Mn <sub>4</sub> FeTi <sub>2</sub> SbO <sub>12</sub>	MnTiO <sub>3</sub>	FeTiO <sub>3</sub>
a, Å	5.237(1)	5.1923(1)	5.1763(1)	5.1394	5.0890
c, Å	14.349(2)	14.3120(3)	14.3098(3)	14.2833	14.0228
c/a	2.740	2.756	2.7689	2.779	2.756
V, Å <sup>3</sup>	340.8(1)	334.16(1)	332.050(1)	326.73	314.51

Магнитные свойства ильменитов  $M^{2+}$ TiO<sub>3</sub> (M — 3д-элементы) определяются преимущественно обменными взаимодействиями между парамагнитными катионами  $M^{2+}$  различных *A*-слоев через анион кислорода и немагнитный катион Ti<sup>4+</sup> второго слоя (B) или между одноименными катионами  $M^{2+}$  в пределах одного слоя [5]. Оба взаимодействия достаточно слабые. При сравнении магнитных свойств ильменитов Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> и MnTiO<sub>3</sub> следует иметь в виду, что оба слоя  $(A \ u \ B)$ , чередующиеся вдоль оси с, в структуре первого соединения содержат *d*-элементы с магнитными катионами  $(Mn^{2+}$  в слое A и Fe<sup>3+</sup> в слое B), причем катионы  $Mn^{2+}$ и  $Fe^{3+}$  имеют одинаковые электронные конфигурации  $d^5$ . В структуре MnTiO<sub>3</sub> В-слои образуют диамагнитные катионы  $Ti^{4+}$  ( $d^0$ ). Магнитная структура MnTiO<sub>3</sub> характеризуется антиферромагнитными взаимодействиями между магнитными моментами катионов Mn<sup>2+</sup> как в слоях, так и между слоями [1]. В Мп<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub>, согласно [27], взаимодействия Mn<sup>2+</sup>-Mn<sup>2+</sup> и Fe<sup>3+</sup>-Fe<sup>3+</sup> в слоях ферромагнитны, в то время как взаимодействия между катионами Mn<sup>2+</sup> и Fe<sup>3+</sup> вдоль с-оси являются антиферромагнитными. Поскольку количество катионов Mn<sup>2+</sup> в 2 раза больше числа Fe<sup>3+</sup>-катионов (половина слоя занята катионами Sb<sup>5+</sup>), ожидаемый результирующий ферримагнитный момент должен быть равен 5 µ<sub>B</sub>/mol. По данным [27] намагниченность ильменита Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> при 10 K в поле 50 kOe при отсутствии насыщения соответствует 4.35 µ<sub>В</sub>, что подтверждает ферримагнитную природу соединения.

Результаты измерений намагниченности  $\sigma$ Мп<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> и Мп<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> в магнитном поле 5 kOe и ас-восприимчивости  $\chi'$  в интервале температур 5-400 К приведены на рис. 4, 5. Видно, что при охлаждении образцов от 400 К наблюдаются быстрый рост намагниченности до достижения максимальных значений и дальнейшее их снижение. Из зависимости  $\sigma = f(H)$  (вставка *a* на рис. 4) следует, что при 5 К намагниченность Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> при 50 kOe достигает 0.88 µ<sub>В</sub> на молекулу MnFe<sub>0.33</sub>Ti<sub>0.33</sub>Sb<sub>0.33</sub>O<sub>3</sub> (27.61 emu/q). Для Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> максимальное значение  $\sigma$ значительно ниже. Обе зависимости  $\sigma = f(H)$  имеют S-образный вид при отсутствии коэрцитивности.

Из вставки *b* на рис. 4 следует, что Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> при 290 К обладает ферромагнитными свойствами с остаточной намагниченностью 0.27 emu/g, что соответствует  $0.026 \,\mu_{\rm B}$  на формулу. Поскольку  $T_N$  ильменита Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> составляет 268 К [17], а при разбавлении TP диамагнитным катионом Ti<sup>4+</sup> она должна уменьшиться, остаточный ферромагнетизм при 290 К следует отнести к примесным фазам Mn<sub>2</sub>Sb<sub>2</sub>O<sub>7</sub> или Mn<sub>1.85</sub>Fe<sub>2.15</sub>O<sub>4</sub>.

Согласно [28],  $\chi$  для Mn<sub>2</sub>Sb<sub>2</sub>O<sub>7</sub> следует закону Кюри–Вейсса в области 50–300 К с эффективным магнитным моментом  $\mu = 5.92 \,\mu_B$  и константой  $\Theta = -48.9$  К. Значение  $\mu$  точно соответствует  $\mu_{\text{theor}}$  для катиона Mn<sup>2+</sup> (S = 5/2), отрицательное значение  $\Theta$  указывает на преобладание антиферромагнитных взаимодействий. Температура  $T_N$  установлена равной 13 К,



**Рис. 4.** Зависимости намагниченности  $\sigma$  в магнитном поле 5 kOe для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> (*I*) и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> (*2*) от температуры в интервале 5–400 K. На вставках — зависимости  $\sigma$  от напряженности магнитного поля при 5 K для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> (*I*) и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> (*2*) (вставка *a*) и при 290 K для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> (вставка *b*).



**Рис. 5.** Зависимости ас-восприимчивости  $\chi'$  от температуры для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> (*1*) и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> (*2*).

ниже 55 К на зависимости  $\chi(T)$  присутствуют эффекты ближнего порядка. Учитывая высокий уровень магнитной восприимчивости Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub>, можно сделать вывод, что присутствие Mn<sub>2</sub>Sb<sub>2</sub>O<sub>7</sub> оказывает минимальное воздействие на магнитные характеристики TP. Поскольку вторая примесная фаза, Mn<sub>1.85</sub>Fe<sub>2.15</sub>O<sub>4</sub>, по составу близка к ферримагнитной шпинели Mn<sub>2</sub>FeO<sub>4</sub>, имеющей  $T_N = 412$  K [29], вполне вероятно, что спонтанный момент при 290 К отражает присутствие данного двойного оксида.

Если считать, что в Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> катионы Ti<sup>4+</sup> занимают позиции *B*-слоя, то данные TP следует рассматривать как разупорядоченные ильмениты, в которых происходит чередование Mn<sup>2+</sup>-слоев со слоями более сложного состава Fe<sup>3+</sup>-Ti<sup>4+</sup>-Sb<sup>5+</sup>. Вследствие изменения состава ТР за счет замещения части Fe<sup>3+</sup> и  $Sb^{5+}$  диамагнитным катионом  $Ti^{4+}$  происходит введение магнитных вакансий в слой В структуры ильменита, что приводит к разбавлению данной магнитной подсистемы. По сравнению с Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub> разбавление *B*-слоев в TP  $Mn_3FeTiSbO_9$  составляет 33%, а в  $Mn_4FeTi_2SbO_{12}$  — 50%. Разбавленные магнитные подрешетки рассматриваются в рамках магнитной перколяционной теории [30]. В результате разбавления системы диамагнитным катионом или вакансией температура магнитного фазового перехода уменьшается и достигает нуля при достижении значения порога перколяции  $X_C = N_V / N_M$ , где  $N_M$  общее число узлов в решетке, N<sub>V</sub> — число не занятых примесями узлов. При X > X<sub>C</sub> объект может рассматриваться как упорядоченный перколяционный магнетик, в то время как при X < X<sub>C</sub> магнитные свойства системы определяются кластерными образованиями с нескомпенсированными моментами. Таким образом, для объяснения наблюдаемых магнитных свойств ТР представляется целесообразным предположить, что в магнитном поле в слоях Fe<sup>3+</sup>-Ti<sup>4+</sup>-Sb<sup>5+</sup> происходит образование участков-кластеров с ферромагнитно-упорядоченными катионами Fe<sup>3+</sup>. Наличие достаточного количества подобных областей может обусловить возникновение, как и в Mn<sub>2</sub>FeSbO<sub>6</sub>, межплоскостного антиферромагнитного упорядочения и результирующего спонтанного магнитного момента.

На рис. 5 представлены температурные зависимости действительной  $\chi'$  части ас-восприимчивости ТР. На зависимостях наблюдаются перегибы с резким возрастанием  $\chi'$  при ~ 350 K, интенсивный максимум при 154 К и низкотемпературная аномалия ниже 50 К для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub>. Высокотемпературный переход обусловлен ферримагнитным упорядочением примесной фазы Мп<sub>1.85</sub>Fe<sub>2.15</sub>O<sub>4</sub>, пик при 154 К для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> – переходом данного ильменита в магнитоупорядоченное состояние, характеризующееся спонтанным магнитным моментом, перегиб при 34К — переходом системы в спин-стекольное состояние. Для Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> зависимость  $\chi' = f(TC)$  менее информативна, что обусловлено более слабой магнитной природой этого ТР (низкой концентрацией магнитных катионов Fe<sup>3+</sup>). Однако присутствие ферромагнитной примесной фазы Mn<sub>1.85</sub>Fe<sub>2.15</sub>O<sub>4</sub> в этом образце также очевидно.

Температуры магнитных фазовых переходов в  $Mn_3FeTiSbO_9$  были установлены на основе зависимости  $d\chi'/dT = f(T)$  (рис. 6). На кривой наряду с ярко выраженными минимумами при 369 и 171 К наблюдаются два максимума при 138 и 32 К. Отметим, что минимумы рассматриваемой функции обычно относят к переходам типа парамагнетик—ферромагнетик или парамагнетик—ферримагнетик (в общем случае отражают переход из парамагнитного состояния в состояние со спонтанной намагниченностью). В то же время перегиб ниже 100 К, по-видимому, можно связать с магнитной фрустрацией и переходом образца в спинстекольное состояние.



Рис. 6. Зависимость  $d\chi'/dT$  от температуры для  $Mn_3$ FeTiSbO<sub>9</sub>.



**Рис. 7.** Зависимость  $\chi^{-1} = f(T)$  в магнитном поле 500 Ое для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub>. На вставке — ZFC- и FC-кривые зависимостей  $\chi = f(T)$  для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> в интервале 5–100 К.

Таким образом, результаты измерений dc- и асвосприимчивости позволяют сделать вывод, что ильменит Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> является перколяционным ферримагнетиком с  $T_N = 171$  К. Отметим, что ранее [23] точка данного магнитного перехода, установленная из зависимости  $d\sigma/dT$  в магнитном поле 5kOe, соответствовала 180 К. Т<sub>N</sub> примесной ферримагнитной фазы Мп<sub>2.15</sub>Fe<sub>0.85</sub>O<sub>4</sub> составляет 369 К. Выше этой температуры Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> и Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> обладают парамагнитными свойствами (рис. 7). На вставке к рис. 7 приведена зависимость  $\chi = f(T)$  для Mn<sub>3</sub>FeTiSbO<sub>9</sub> в магнитном поле 500 Ое в области температур 5-100 К, из которой следует наличие небольшого расхождения между ZFC- и FC-кривыми  $\chi$  в диапазоне 5-50 К. Это свидетельствует о переходе системы в состояние с магнитной фрустрацией.

TP Mn<sub>4</sub>FeTi<sub>2</sub>SbO<sub>12</sub> в рамках предлагаемой модели может рассматриваться как магнетик с концентрацией магнитных кластеров ниже порога перколяции.

Авторы выражают благодарность И.В. Николаенко за проведение элементного EDX-анализа.

## Список литературы

- [1] Y. Ishikawa, S.I. Akimoto. J. Phys. Soc. Jpn. 13, 1110 (1958).
- [2] N. Dharmaraj, H.C. Park, C.K. Kim, H.Y. Kim, D.R. Lee. Mater. Chem. Phys. 87, 5 2004.
- [3] K.P. Surendran, A. Wu, P.M. Vilarinho, V.M. Ferreira. J. Appl. Phys. 107, 114 112 2010.
- [4] D.-U Kim, M.-S. Gong. Sensors Actuators B 110, 321 (2005).
- [5] Ю.А. Изюмов, Р.П. Озеров. Магнитная нейтронография. М. Наука. 1966. 532 с.
- [6] Ю.Н. Веневцев, С.А. Федулов, З.И. Шапиро, В.П. Клюев. Титанат бария, Наука. М. 1973. С. 118.
- [7] J. Ko, C.T. Prewitt. Phys. Chem. Miner. 15, 355 (1988).
- [8] C.J. Fennie. Phys. Rev. Lett. 100. 167 203 (2008).
- [9] T. Varga, A. Kumar, E. Vlahos. Phys. Rev. Lett. 103, 047 601 (2009).
- [10] A. Aimi, T. Katsumata, D. Mori, D. Fu, M. Itoh, T. Kyômen, K. Hiraki, T. Takahashi, Y. Inaguma. Inorg. Chem. 50, 6392 2011.
- [11] R.K. Pandey, H. Stern, W.J. Geerts. Adv. Sci. Technol. 54, 216 2008.
- [12] P.B. Moore. Arkiv Miner Geol. 4, 449 (1967).
- [13] P.B. Moore. Amer. Mineralog. 53, 1104 (1968).
- [14] G.V. Bazuev, B.G. Golovkin, N.V. Lukin, N.I. Kadyrova, Yu.G. Zainulin. J. Solid State Chem. 124, 333 (1996).
- [15] Г.В. Базуев, Б.Г. Головкин, Н.И. Кадырова, Ю.Г. Зуйнулин. ДАН 353, 622 (1997).
- [16] R. Mathieu, S.A. Ivanov, G.V. Bazuev, M. Hudl, P. Lasor, I.V. Solovyev, P. Nordblad. Appl. Phys. Lett. 98, 202 505 (2011).
- [17] M. Hudl, R. Mathieu, P. Nordblad, S.A. Ivanov, G.V. Bazuev, P. Lazor. J. Magn. Magn. Mater. 331, 19 (2013).
- [18] M.-R. Li, D. Walker, M. Retuerto, T. Sarkar, J. Hadermann, P.W. Stephens, M. Croft, A. Ignatov, C.P. Grams, J. Hemberger, I. Nowik, P.S. Halasyamani, T.T. Tran, S. Mukherjee, T.S. Dasgupta, M. Greenblatt. Angew. Chem. Int. Ed. 52, 8406 (2013).
- [19] Г.В. Базуев, Ю.Г. Зайнулин. Тр. 18-го Междунар. междисциплинар. симп. "Порядок, беспорядок и свойства оксидов" (ОDPO-18). В. 18. Фонд науки и образования, Ростов н/Д (2015). Т. 1. С. 20.
- [20] M.-R. Li, M. Retuerto, Z. Deng, P.W. Stephens, M. Croft, Q. Huang, H. Wu, X. Deng, G. Kotliar, J. Sanchez-Benitez, J. Hadermann, D. Walker, M. Greenblatt. Angew. Chem. 127, 12 237 (2015).
- [21] M.-R. Li, M. Retuerto, D. Walker, T. Sarkar, P.W. Stephens, S. Mukherjee, T.S. Dasgupta, J.P. Hodges, M. Croft, C.P. Grams, J. Hemberger, J. Sánchez-Benítez, A. Huq, F.O. Saouma, J.I. Jang, M. Greenblatt. Angew. Chem. Int. Ed. 53, 10774 (2014).
- [22] M.-R. Li, M. Croft, P.W. Stephens, D. Vanderbilt, M. Retuerto, Z. Deng, C.P. Grams, J. Hemberger, J. Hadermann, W.-M. Li, C.-Q. Jin, F.O. Saouma, J.I. Jang, H. Akamatsu, V. Gopalan, D. Walker, M. Greenblatt. Adv. Mater. 27, 2177 (2015).

- [23] Г.В. Базуев, А.В. Королев, И.В. Николаенко, Б.Г. Головкин. ДАН 462, 546 (2015).
- [24] H.G. Scott. J. Solid. State Chem. 66, 171 (1987).
- [25] G.V. Bazuev, A.P. Tyutyunnik, B.G. Golovkin. Z. Anorg. Allg. Chem. 639, 2657 (2013).
- [26] R.D. Shannon. Acta Cryst. A 32, 751 (1976).
- [27] R. Mathieu, S.A. Ivanov, I.V. Solovyev, G.V. Bazuev, P. Anil Kumar, P. Lazor. P. Nordblad. Phys. Rev. B 87, 014408 (2013).
- [28] J.N. Reimers, J.E. Greedan, C.V, Stager, M. Bjorgvinnsen. Phys. Rev. B 47, 5691 (1991).
- [29] A. Murasik, G. Roult. J. Phys. (France) 25, 522 (1964).
- [30] I.Y. Korenblit, E.F Shender, B.I. Shklovskii. Phys. Lett. A 46, 275 (1973).