# Влияние неоднородных механических напряжений на доменную структуру бората железа

#### © Б.Ю. Соколов

Национальный университет Узбекистана им. Улугбека, 700174 Ташкент, Узбекистан

E-mail: optic@nuuz.uzsci.net

#### (Поступила в Редакцию 16 ноября 2004 г.)

Магнитооптическим методом исследовано влияние неоднородных радиально направленных механических напряжений на доменную структуру, магнитную восприимчивость и петли магнитного гистерезиса монокристалла FeBO<sub>3</sub>. Обнаружено, что в магнитном поле, приложенном в базисной плоскости FeBO<sub>3</sub> вдоль направления вектора напряжения, в процессе намагничивания в кристалле возникает система клиновидных доменов, существующая в некотором зависящем от температуры интервале полей  $H_0 \leq H \leq H_c$ . Установлено, что возникновение системы клиновидных доменов оказывает существенное влияние на процесс технического намагничивания напряженного кристалла. Обсуждение полученных результатов проведено в рамках термодинамической теории доменной структуры. Показано, что используемая теоретическая модель позволяет описать экспериментально полученные температурную и полевую зависимости величины  $D/\sqrt{L}$  (D – средняя ширина клиновидного домена, L — его длина), при этом рассчитанное значение D оказывается примерно в 1.3 раза меньше ширины наблюдаемых доменов.

Борат железа (FeBO<sub>3</sub>) — один из немногочисленных известных в настоящее время легкоплоскостных слабых ферромагнетиков, прозрачных в видимой области спектра, что делает его удобным объектом для визуального изучения магнитного состояния и процесса намагничивания этого класса магнетиков магнитооптическим методом. Так, например, в [1,2] с помощью поляризационного микроскопа фарадеевской методикой исследовались доменная структура ( $\square C$ ) FeBO<sub>3</sub>, а также влияние на нее сжимающего механического напряжения и внешнего магнитного поля, прикладываемых в базисной плоскости кристалла. В результате выполненных в [1,2] исследований, в частности, было установлено, что как относительная ориентация вектора спонтанной намагниченности *I*<sub>s</sub> в соседних доменах, так и направление доменных границ (ДГ) в FeBO<sub>3</sub> чрезвычайно чувствительны к наличию в кристалле механических напряжений.

В отличие от [1,2], где эксперименты проводились в условиях однородного одноосного напряжения кристалла, далее представлены результаты исследований влияния на ДС FeBO<sub>3</sub> неоднородных механических напряжений. Поскольку прозрачные слабые ферромагнетики являются (в первую очередь, благодаря высокой подвижности ДГ) перспективной средой для элементной базы различных приборов техники оптической связи [3], помимо чисто научного интереса эти исследования были стимулированы и проблемами прикладного характера. Такого рода проблемы неизбежно возникают при разработке конструкции того или иного функционального элементы прибора, когда необходимо учесть возможные изменения основных характеристик (магнитной восприимчивости, коэрцитивной силы и т.п.) используемого магнитного материала под действием механических напряжений, вызванных, например, деформацией узлов крепления функционального элемента при измерении температуры окружающей среды.

### 1. Образцы и методика эксперимента

Используемый в экспериментах образец монокристалла FeBO<sub>3</sub> (пространственная группа  $D_{3d}^6$ ) представлял собой плоскопараллельную пластинку почти правильной шестиугольной формы толщиной  $\approx 45 \,\mu$ m с поперечным размером  $\sim 3$  mm. Развитые грани кристалла совпадали с плоскостью легкого намагничивания (с базисной плоскостью). Поверхности кристалла имели достаточно высокое оптическое качество и не подвергались какойлибо дополнительной обработке.

Исследования ДС проводились в области максимальной прозрачности FeBO<sub>3</sub> (в области длин волн  $\lambda \sim 0.5\,\mu{
m m}$ ) "на просвет". Изображение доменов наблюдалось визуально в поляризационный микроскоп и фиксировалось цифровой фотокамерой, состыкованной с компьютером. Магнитооптический контраст изображения ДС возникал за счет различия знака эффекта Фарадея в соседних доменах. Поскольку магнитная структура FeBO3 позволяет наблюдать эффект Фарадея только под углом к оптической оси (оси С<sub>3</sub>) кристалла (магнитооптическое вращение возникает за счет появляющейся при такой ориентации кристалла проекции вектора I<sub>s</sub> на направление распространения света) [4], в эксперименте образец ориентировался таким образом, чтобы нормаль к его базисной плоскости (ось  $C_3$ ) составляла с направлением падающего света угол  $\sim 10^{\circ.1}$ 

Образец размещался в азотном оптическом криостате, обеспечивающем проведение наблюдений в температурном интервале  $90 \le T \le 290$  К. Система намагничивания, состоящая из двух пар катушек Гельмгольца, позволяла создавать в области расположения образца

<sup>&</sup>lt;sup>1</sup> При бо́льших углах отклонения направления распространения света от оптической оси заметным становится влияние на поляризацию света естественного кристаллического двулучепреломления, что ведет к снижению контраста получаемых изображений ДС.

вдоль двух взаимно перпендикулярных направлений однородное магнитное поле напряженностью  $H \le 70$  Oe (во всех экспериментах вектор **H** лежит в плоскости образца).

Кроме визуального наблюдения ДС образца и ее эволюции под действием поля H экспериментально исследовались петли магнитного гистерезиса эффекта Фарадея — зависимости  $\alpha$  от H ( $\alpha$  — угол фарадеевского вращения) и температурная зависимость магнитооптической восприимчивости  $\partial \alpha / \partial H$ , измеряемая в переменном магнитном поле с амплитудой  $\approx 0.1$  Ое и частотой 30 Hz. Эти исследования были выполнены с использованием (из соображений удобства измерений) излучения He–Ne-лазера с  $\lambda = 0.63 \, \mu$ m.

Для выявления влияния механических напряжений на магнитное состояние FeBO<sub>3</sub> все эксперименты дублировались на "ненапряженном" кристалле и кристалле, подвергнутом неоднородному напряжению, и полученные результаты сравнивались.

В первом случае образец размещался в оправке из листа плотной бумаги толщиной примерно на  $10\,\mu$ m больше толщины образца, в котором по форме образца было вырезано сквозное отверстие. Оправка с образцом вклеивалась по периметру между двумя медными шайбами толщиной 0.5 mm с центральными отверстиями диаметром 1.5 mm (центр образца совмещался с центром отверстий), после чего вся конструкция приклеивалась к медному хладопроводу криостата.

Во втором случае образец одним из своих углов приклеивался (клей БФ-2) к медной шайбе (рис. 1, c), которая крепилась к хладопроводу криостата. При понижении температуры от комнатной по мере охлаждения возникала температурная деформация шайбы, которая передавалась образцу, вызывая его неоднородное напряжение.

#### 2. Экспериментальные результаты

При комнатной температуре в размагниченном состоянии исследуемый образец имел двухслойную ДС с ориентацией доменных границ в базисной плоскости вдоль направлений, близких направлениям осей С<sub>2</sub> (ориентация которых определялась по естественной огранке кристалла), являющихся легкими осями внутриплоскостной гексагональной анизотропии [5] (рис. 1, *a*).<sup>2</sup> Такая ДС характерна для свободных от механических напряжений тонких пластинок FeBO<sub>3</sub> [1,2]. Известно [1,2,5], что в этом случае азимут вектора спонтанной намагниченности І<sub>s</sub> в соседних доменах в плоскости образца различается примерно на 180°, а границами между доменами служат доменные стенки неелевского типа (граница между доменными слоями — блоховская доменная стенка, плоскость которой параллельна базисной плоскости кристалла).



b



**Рис. 1.** Изображения доменной структуры "приклеенного" кристалла FeBO<sub>3</sub>, полученные при H = 0: a - T = 290, b - 90 K; c - пространственное распределение вектора спонтанной намагниченности (стрелки) в базисной плоскости напряженного кристалла. Штриховые линии — направления действующих механических напряжений, заштрихованная область — капля клея, которым кристалл приклеен к держателю образца. Справа — ориентация осей лабораторной системы координат (ось X совпадает с направлением одной из трех осей  $C_2$ , Z — ось — с направлением оси  $C_3$ ).

<sup>&</sup>lt;sup>2</sup> Тонкое ломанные линии, видимые на поверхности образца, — изображения границ слоев роста кристалла.

Как показали эксперименты, ДС кристалла, наблюдаемая в случае "ненапряженного" образца, практически не зависит от температуры во всем исследованном интервале  $90 \le T \le 290$  К. Иначе ведет себя ДС "приклеенного" образца: при понижении температуры, начиная примерно с T = 270 К, неелевские стенки постепенно искривляются, а ДС из двухслойной превращается в сквозную, принимая вид секторов концентрических колец приблизительно равной толщины, имеющих центром место приклеивания образца (рис. 1, *b*, *c*).

Обратившись к рис. 1, b, можно заметить, что максимальный контраст изображения ДС наблюдается в центральной части образца, причем степень четкости изображения доменов практически не изменяется по всей площади образца вдоль вертикальной оси Y (ориентация осей выбранной системы координат показана на рис. 1, c). Эта неравномерность контраста изображения не является результатом расфокусировки оптической системы микроскопа, а возникает как следствие изменения азимутального угла вектора  $I_s$  в базисной плоскости кристалла.

Действительно, как уже отмечалось, угол фарадеевского вращения в заданной точке плоскости образца с координатами x и y определяется проекцией локального вектора  $I_x$  на направление распространения света, т.е.

$$\alpha \propto I_s \sin \varphi \sin \theta$$
,

где  $\varphi = \text{const} \approx 10^{\circ}$  — угол падения света на плоскость образца,  $\theta$  — азимут вектора  $\mathbf{I}_s$  в точке (x, y) относительно оси, перпендикулярной плоскости падения, и считается, что  $\mathbf{I}_s$  не выходит из базисной плоскости (изображение ДС, представленное на рис. 1, *b*, получено при повороте образца на угол  $\varphi$  вокруг оси *Y*, т.е.  $\theta$  — азимут  $\mathbf{I}_s$  относительно этой же оси). Отсюда видно, что наблюдаемое изменение магнитооптического контраста связано с плавным изменением угла  $\theta$  вдоль оси *X* в направлении от центра образца к его периферии (при этом в направлении оси *Y*  $\theta \approx \text{const}$ ).

Поскольку внутриплоскостная магнитокристаллическая анизотропия в FeBO<sub>3</sub> невелика (при  $T = 77 \, {\rm K}$ поле внутриплоскостной анизотропии  $H_A < 1$  Oe [6]), согласно [1,2,5], в напряженном состоянии кристалла при H = 0 вектор  $I_s$  ориентируется в базисной плоскости преимущественно перпендикулярно направлению сжатия. Очевидно, что когда механические напряжения распределены по кристаллу неоднородно, ориентация I<sub>s</sub> в базисной плоскости будет меняться от точки к точке. На основании этого пространственное распределение вектора  $I_s$  в ДС напряженного кристалла (рис. 1, *b*) схематично может быть представлено так, как показано на рис. 1, c (предполагается, что **I**<sub>s</sub> не изменяется по толщине кристалла). Отсюда следует, что температурные деформации держателя образца создают в кристалле радиально направленные из места его приклеивания неоднородные напряжения, при этом ДС кристалла остается 180-градусной.

Процесс технического намагничивания "ненапряженного" образца происходил обычным образом: при наложении магнитного поля вдоль любого направления в базисной плоскости площадь доменов, в которых  $I_s$ составляет острый угол с **H**, увеличивается за счет соседних доменов с противоположной ориентацией намагниченности до тех пор, пока кристалл не переходит в монодоменное (однородное) состояние. Аналогично намагничивается и напряженный ("приклеенный") кристалл при ориентации **H** || **X**.

Интерес представляет эволюция ДС напряженного кристалла, наблюдаемая при  $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ . В магнитном поле ДГ испытывает давление [7]

$$P = I_s H(\cos\theta_1 - \cos\theta_2), \tag{1}$$

где  $\theta_1$ ,  $\theta_2$  —углы, которые вектор **I**<sub>s</sub> составляет с **H** по обе стороны ДГ. Поскольку углы  $\theta_1$  и  $\theta_2$  меняются вдоль направления ДГ (рис. 1, b, c), действие поля в этом случае приводит к тому, что "темные" домены справа от центральной части образца растут за счет "светлых" доменов, а слева от центра — наоборот, увеличиваются площади "светлых" доменов (визуально "темные" домены воспринимаются коричневыми, а "светлые" зелеными). Быстрее всего процесс смещения доменных стенок идет по краям образца, где давление Р максимально (в то время как в центральной его части вдоль оси  $Y P \approx 0$ ). В результате в некотором поле  $H_0$  $(H_0 \approx 3 \text{ Oe} \text{ при } T = 90 \text{ K})$  в кристалле остаются только два ("светлый" и "темный") так называемых встречных домена, разделенные одной зигзагообразной доменной стенкой (рис. 2, *a*, *b*).<sup>3</sup>

Возникающая доменная конфигурация, очевидно, определяется в основном конкуренцией между магнитостатической энергией кристалла  $E_M$  и энергией ДГ. С энергетической точки зрения выгодна имеющая минимальную протяженность плоская доменная стенка. Однако при этом максимальной окажется магнитостатическая энергия. Действительно, если по обе стороны ДГ вектор  $I_s$  составляет с нормалью к этой границе углы  $\gamma_1$ и  $\gamma_2$ ,  $E_M \propto I_s^2 (\cos \gamma_1 - \cos \gamma_2)^2$  [7], т. е. энергия  $E_M$  максимальна при перпендикулярной ориентации  $I_s$  к плоскости ДГ. Следовательно, в данном случае зигзагообразная ДГ, уменьшая углы  $\gamma_1$  и  $\gamma_2$ , обеспечивает минимум свободной энергии кристалла.

При дальнейшем увеличении H происходит уменьшение площадей клиновидных доменов, которые разделяет ДГ, однако зигзагообразная форма ДГ сохраняется вплоть до полей перехода кристалла в однородное состояние. Рис. 2, *a*, *b* иллюстрирует изменение ДС напряженного кристалла в процессе его намагничивания при  $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ , а на рис. 2, *c* схематически показано возникающее при этом пространственное распределение  $\mathbf{I}_s$  в базисной плоскости кристалла.

Система клиновидных доменов, возникающая в центральной части напряженного кристалла при его намаг-

<sup>&</sup>lt;sup>3</sup> При изменении температуры от 90 до 270 К поле  $H_0$  уменьшается примерно в 1.5 раза.







**Рис. 2.** Изображения доменной структуры напряженного кристалла FeBO<sub>3</sub>, наблюдаемые при T = 90 K: a - H = 3, b - 20 Oe ( $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ ); c – пространственное распределение вектора спонтанной намагниченности (стрелки внутри круга) в возникающей доменной конфигурации. Стрелка вне круга указывает направление приложенного поля. D — средняя ширина клиновидного домена. L — его длина.

ничивании вдоль оси Y, существует до некоторого зависящего от температуры поля  $H_c$  (рис. 3). Существенно, что с ростом H и/или T изменяется средняя ширина клиновидных доменов D и их длина L (определенные, как показано на рис. 2, c), однако площади "светлых" и "темных" доменов остаются равными между собой. При этом при увеличении поля от  $H_0$  до  $H \sim 0.8 H_c$ наблюдается плавное уменьшение контраста изображения клиновидных доменов, после чего визуально система клиновидных доменов исчезает путем ухудшения четкости ее изображения, и при  $H = H_c$  поверхность образца становится равномерно окрашенной по всей своей площади.



**Рис. 3.** Температурная зависимость поля перехода напряженного кристалла FeBO<sub>3</sub> в монодоменное состояние (точки). Штриховая линия — температурная зависимость константы внутриплоскостной анизотропии напряженного кристалла, рассчитанная по формуле (7).

Экспериментальные зависимости средней ширины и длины клиновидных доменов от внешнего магнитного поля и температуры приведены на рис. 4 и 5 (величины D и L получены при усреднении по всему числу клиновидных доменов, существующих при данных H и T). Отметим, что как при инверсии направления намагничивания, так и при циклическом изменении режима нагрев — охлаждение не наблюдалось заметного гистерезиса зависимостей D(H, T) и L(H, T).

Возникающие механические напряжения существенно сказываются на полевой зависимости эффекта Фарадея и магнитооптической восприимчивости кристалла, измеряемых при  $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ . На рис. 6 сравниваются петли магнитного гистерезиса фарадеевского вращения, полученные в случае "ненапряженного" и в случае "приклеенного" образцов. При комнатной температуре зависимости  $\alpha(H)$  в обоих случаях практически не различаются между собой (поэтому на рис. 6 при T = 290 K показана только зависимость  $\alpha(H)$  "ненапряженного" образца). Однако в области низких температур зависимость  $\alpha(H)$  для напряженного кристалла характеризуется заметно более широкой петлей гистерезиса, а величина  $\alpha$  выходит на насыщение в значительно большем поле H (при T = 90 K для "ненапряженного" образца поле



**Рис. 4.** Полевые зависимости средней ширины (2) и длины (1) клиновидных доменов, а также величины  $d = D/\sqrt{L}$ , нормированной на свое максимальное значение  $d_0$  (3), полученные при T = 90 К. Штриховая линия — теоретическая зависимость  $d/d_0(h)$  [10].



**Рис. 5.** Температурные зависимости средней ширины (1) и длины (2) клиновидных доменов, а также величины  $d = D/\sqrt{L}$ , нормированной на свое максимальное значение  $d_0$  (3), полученные при H = 7 Ое ( $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ ). Штриховая линия — температурная зависимость отношения  $d/d_0$ , рассчитанная по формуле (6).

насыщения составляет ~ 15 Ое, в то время как для напряженного кристалла это поле ~ 50 Ое). Отсутствие заметного гистерезиса на линейном участке кривой  $\alpha(H)$  напряженного кристалла при T = 90 К (на рис. 6 не показано), очевидно, указывает, что в интервале полей  $4 \le H \le 50$  Ое (интервале существования системы клиновидных доменов) процесс намагничивания идет в основном за счет доворота вектора  $I_s$  во встречных доменах к направлению **H**.

Заметим, что при **H** || **X** зависимости  $\alpha(H)$ , наблюдаемые для "приклеенного" кристалла во всем исследованном интервале температур, в пределах ошибок эксперимента совпадают с полученными для "ненапряженного" образца. Последнее позволяет заключить, что увеличение ширины петли магнитного гистерезиса напряженного кристалла при **H**  $\perp$  **X** связано не с процессом зарождения зародышей доменов противоположной фазы, а определяется различием в величине давления *P*, оказываемого магнитным полем на ДГ в этом случае, и в случае ориентации **H** || **X**: как видно из рис. 1, *c*, вследствие различия углов  $\theta_1$  и  $\theta_2$ , фигурирующих в формуле (1), для начала движения ДГ при **H**  $\perp$  **X** необходимо более высокое значение поля, чем при **H** || **X**.

На рис. 7 приведены температурные зависимости магнитооптической восприимчивости "ненапряженного" и "приклеенного" образцов ( $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ ). Видно, что вблизи комнатной температуры значения  $\partial \alpha / \partial H$  в обоих случаях практически совпадают. В то же время в области



**Рис. 6.** Полевые зависимости эффекта Фарадея в FeBO<sub>3</sub>: a - для "ненапряженного" кристалла (штрих – T = 290 K, сплошная линия — T = 90 K), b - для кристалла, подвергнутого неоднородному механическому напряжению (T = 90 K,  $H \perp X$ ). Скорость развертки магнитного поля ~ 0.2 Oe/s.



**Рис. 7.** Температурная зависимость магнитооптической восприимчивости FeBO<sub>3</sub>: I — для "ненапряженного" кристалла, 2 — для "приклеенного" кристалла. Штриховая линия — температурная зависимость величины  $I_s^2/K$ , нормированной на свое значение при T = 250 K.

T < 270 К величина  $\partial \alpha / \partial H$  "ненапряженного" образца уменьшается при понижении температуры значительно меньше, чем магнитооптическая восприимчивость напряженного кристалла. Принимая во внимание, что ход температурной зависимости начальной магнитной восприимчивости FeBO<sub>3</sub> определяется отношением  $I_s^2/K$  (K — константа внутриплоскостной анизотропии) [5], из сравнения представленных на рис. 7 графиков можно сделать вывод, что возникающие механические напряжения существенно увеличивают магнитокристаллическую анизотропию в базисной плоскости кристалла.<sup>4</sup>

# 3. Обсуждение результатов

Рассмотрим наиболее существенное проявление влияния неоднородного напряжения на магнитное состояние FeBO<sub>3</sub> — появление в процессе намагничивания кристалла системы клиновидных доменов. Обратившись к термодинамической теории ДС без замыкающих доменов [8,9], свободную энергию кристалла, приходящуюся на один клиновидный домен, представим как

$$E = \varepsilon L/D + NI^2 D. \tag{2}$$

Здесь  $\varepsilon$  — плотность энергии ДГ, N — коэффициент, определяющийся доменной конфигурацией и формой доменов, I — плотность магнитных полюсов, возникающих на торце домена, L и D — характерный размер домена соответственно вдоль и поперек направления легкой оси намагничивания; первое слагаемое описывает энергию доменных стенок неелевского типа, второе — плотность магнитостатичекой энергии (мы пренебрегли зеемановским и магнитоупругим вкладамии в E, полагая, что в целом в возникающей системе клиновидных доменов  $I_s \perp H$  и  $I_s \perp \sigma$ , где  $\sigma$  — вектор действующих напряжений).

В общем случае произвольной формы доменов расчет коэффициента N представляет собой достаточно сложную задачу. В настоящее время такие расчеты выполнены лишь для наиболее простых доменных конфигураций. Так, например, для простейшей регулярной структуры доменов прямоугольной формы с  $L \gg D$  коэффициент N = 1.7 [7,8]. Хотя в наших экспериментах наблюдаемая форма доменов заметно отличается от прямоугольной и условие  $L \gg D$  выполняется плохо (во всех случаях  $L/D \sim 5$ ), для определенности примем значение N в формуле (2) равным 1.7.

Во внешнем магнитном поле вектор  $I_s$  в напряженном кристалле отклонен от направления, задаваемого анизотропией, наведенной в базисной плоскости напряжениями. При этом направление  $I_s$  составляет с направлением  $H (H \perp X)$  угол  $\theta = \arccos I_s H/2K = \arccos h$  [7]. Принимая во внимание, что магнитные полюсы возникают в процессе намагничивания внутри кристалла (вдоль

зигзагообразной ДГ), плотность магнитных полюсов определим как

$$I = \xi I_s \sin \theta, \tag{3}$$

где  $\xi = 2/(1 + \mu)$  — коэффициент, учитывающий (так называемая  $\mu$  — коррекция [7]) магнитную проницаемость среды, которая в области полей  $H_0 \le H \le H_c$  (на линейном участке зависимости  $\alpha(H)$ ) имеет вид [7]

$$\mu = 1 + \pi I_s^2 / K_s$$

Поскольку при расчете магнитостатической энергии актуальным является распределение вектора  $I_s$  в области кристалла вблизи ДГ, под  $\theta$  в (3) будем понимать угол между векторами  $I_s$  и **H**, усредненный по всей площади клиновидного домена (т.е. будем считать, что угол  $\theta$  не зависит от пространственных координат). Тогда с учетом изложенного выше формулу (2) можно переписать в виде

$$E = \varepsilon L/D + 1.7\xi I_s^2 (1 - h^2)D.$$
(4)

Аналогичное выражение для E с  $\xi = 1$  (т.е. без  $\mu$ -коррекции) использовалось в [10] при интерпретации результатов наблюдений поверхностной ДС кобальта и магнетоплюмбита. Там же была получена формула, описывающая изменение энергии доменной стенки неелевского типа в магнитном поле, направленном перпендикулярно ее плоскости. Используя результаты работы [10] и полагая, что в нашем случае вектор **Н** приблизительно перпендикулярен плоскости ДГ по всей ее длине, плотность энергии ДГ представим как

$$\varepsilon = 8\sqrt{A(K + 2\pi I_s^2)}(\sqrt{1 - h^2} - h \operatorname{arccos} h), \quad (5)$$

где А — обменная константа.

При условии  $\partial E/\partial D = 0$ , определяющем минимум свободной энергии, из (4) получим

$$D = \frac{1}{I_s} \sqrt{\frac{\varepsilon L}{1.7\xi(1-h^2)}}.$$
 (6)

Если считать, что константа анизотропии в базисной плоскости напряженного кристалла  $K = -3/2\Lambda\sigma\cos^2\Psi$  ( $\Lambda$  — константа магнитострикции,  $\Psi$  — угол между  $\mathbf{I}_s$  и вектором действующего напряжения  $\sigma$ ), при  $\xi = 1$  и H = 0 формула (6) совпадает с выражением для D, вытекающим из теории равновесной ДС ромбоэдрических слабых ферромагнетиков, учитывающей механические напряжения кристалла [5].

Отметим важное следствие формулы (5): согласно выполненным в [10] расчетам, при  $h \rightarrow 1$  величина D в (6) стремится к некоторому конечному пределу, а ширина неелевской доменной стенки — к бесконечности. Это означает, что при  $h \rightarrow 1$  ДС исчезает путем безграничного роста ширины ДГ. Последнее согласуется с визуально наблюдаемым процессом исчезновения клиновидных доменов при  $H \rightarrow H_c$  в результате уменьшения четкости их изображения (см. предыдущий раздел).

<sup>&</sup>lt;sup>4</sup> Этот вывод сделан с учетом данных по эффекту Фарадея: как видно из рис. 6, напряжения не оказывают заметного влияния на величину  $\alpha$ , измеряемую в состоянии магнитного насыщения, а значит, — и на  $|I_s|$ .

Поскольку плотность энергии ДГ уменьшается с ростом *h* быстрее функции  $(1 - h^2)$  (рассчитанная по (5) зависимость  $\varepsilon(h)$  приведена в [10]), как следует из формулы (4), для сохранения энергетического баланса в процессе намагничивания при  $H \to H_c$  величина отношения  $L/D^2$  должна увеличиваться, что и наблюдается экспериментально. На рис. 4 полученные в [10] на основе формул (5) и (6) результаты расчета полевой зависимости величины  $d = D/\sqrt{L}$ , нормированной на свое максимальное значение  $d_0$ , сравниваются с экспериментальной зависимостью  $d/d_0(H)$ . Видно, что, хотя вид рассчитанной и экспериментальной зависимостей  $d/d_0(H)$  несколько различается, формула (6) позволяет описать наблюдаемое в интервале полей существования клиновидных доменов ( $H_0 \leq H \leq H_c$ ) пятикратное изменение отношения  $d/d_0$ .

По определению

$$H_c = 2K/I_s,\tag{7}$$

откуда, зная зависимости  $H_c(T)$  и  $I_s(T)$ , можно рассчитать величину константы наведенной анизотропии Kи восстановить ее температурную зависимость. Так, например, подставляя в (7) значение  $H_c = 51$  Ое и  $I_s = 16.7$  G [11], находим, что при T = 90 K константа  $K \approx 425$  erg/cm<sup>3</sup> (для сравнения при T = 77 K константа внутриплоскостной гексагональной анизотропии FeBO<sub>3</sub> составляет  $\approx 9$  erg/cm<sup>3</sup> [1]). Температурная зависимость константы K, полученная таким способом на основе данных по  $I_s(T)$  из [11] и экспериментальной зависимости  $H_c(T)$ , показана на рис. 3.

Найденная зависимость K(T) была использована для расчета температурной зависимости отношения  $I_s^2/K$ , которая на рис. 7 сопоставлена с температурной зависимостью магнитооптической восприимчивости напряженного кристалла (для удобства сравнения на рис. 7 представлена температурная зависимость величины  $I_s^2/K$ , нормированной на свое значение при  $T = 250 \,\mathrm{K}$ ). Учитывая, что соотношение  $\partial \alpha / \partial H \propto I_s^2 / K$  является точным только для статических магнитных полей при  $H \to 0$ , из графиков, показанных на рис. 7, можно заключить, что в области  $T < 270 \,\mathrm{K}$  рассчитанная зависимость  $I_s^2/K(T)$ коррелирует с зависимостью  $\partial \alpha / \partial H(T)$  для напряженного кристалла, и, следовательно, найденная описанным выше способом температурная зависимость константы К достаточно точно отражает реальное изменение наведенной напряжениями магнитной анизотропии кристалла с температурой.

На основе зависимости  $I_s(T)$  из [11] и экспериментально полученных зависимостей K(T),  $H_c(T)$  и L(T)по формуле (6) была рассчитана температурная зависимость отношения  $d/d_0$ . Из сравнения графиков рассчитанной и экспериментальной зависимостей  $d/d_0(T)$ , приведенных на рис. 5, можно видеть (учитывая, что при расчете использовались результаты двух независимых экспериментов — зависимости  $I_s(T)$  и  $H_c(T)$ ) хорошее согласие, в котором находится приведенная выше теория ДС с экспериментом.

Из предыдущего следует, что формула (6) достаточно хорошо позволяет описать экспериментально наблюдаемое относительное изменение величины  $D/\sqrt{L}$  в зависимости от Н и Т. Что же касается количественного сравнения теории с экспериментом, то, например, если подставить в (6) найденную при T = 90 K величину  $K = 425 \text{ erg/cm}^3$ ,  $L \approx 1.1 \text{ mm}$ ,  $I_s = 16.7 \text{ G}$ и значение  $A = 0.5 k T_N S^2 / a \approx 3 \cdot 10^{-6} \text{ erg/cm}$  (k =  $= 1.4 \cdot 10^{-16}$  erg/К — постоянная Больцмана, S = 5/2 спиновый момент иона Fe<sup>3+</sup>,  $a \approx 5 \text{ Å}$  и  $T_N \approx 350 \text{ K}$  соответственно постоянная решетки и температура Нееля FeBO<sub>3</sub> [12]), при h = 0 получим  $D \approx 160 \, \mu m$ , что примерно в 1.3 раза меньше ширины доменов, наблюдаемых при  $T = 90 \,\mathrm{K}$  в поле  $H = H_0$  (рис. 2, *a*) и 4). Принимая во внимание условность критерия экспериментально определяемой ширины доменов (напомним, что под D понимается ширина клиновидного домена, измеряемая на половине его длины) и сделанные при выводе формулы (4) допущения и оговорки, можно считать соответствие расчета эксперименту вполне удовлетворительным.

Таким образом, несмотря на относительную простоту используемой теоретической модели, на основании формул (5) и (6) удается описать основные черты поведения ДС подвергнутого неоднородным радиально направленным механическим напряжениям кристалла FeBO<sub>3</sub>, наблюдаемые при изменении внешнего магнитного поля и температуры.

# Список литературы

- D.E. Lacklison, J. Chadwick, J.L. Page. J. Phys. D: Appl. Phys. 5, 4, 810 (1972).
- [2] G.B. Scott. J. Phys. D: Appl. Phys. 7, 11, 1574 (1974).
- [3] В.В. Рандошкин, А.Я. Червоненкис. Прикладная магнитооптика. Энергоатомиздат, М. (1990). 219 с.
- [4] Ю.М. Федоров, А.А. Лексиков, А.Е. Аксенов. ФТТ 26, 1, 220 (1984).
- [5] М.М. Фарздинов. Физика магнитных доменов в антиферромагнетиках и ферритах. Наука, М. (1981). 155 с.
- [6] Х.Г. Богданова, В.А. Голенищев-Кутузов, Л.И. Медведев, М.И. Куркин, Е.А. Туров. ЖЭТФ 95, 2, 613 (1989).
- [7] С. Тикадзуми. Физика ферромагнетизма. Мир, М. (1987). 420 с.
- [8] И.А. Привороцкий. УФН **108**, *1*, 43 (1972).
- [9] В.Г. Барьяхтар, А.Н. Богданов, Д.А. Яблонский. УФН 156, 1, 47 (1988).
- [10] R. Gemperle, M. Zeleny. Phys. Stat. Sol. 6, 839 (1964).
- [11] А.М. Кадомцева, Р.З. Левитин, Ю.Ф. Попов, В.Н. Селезнев, В.В. Усков. ФТТ 14, 1, 214 (1972).
- [12] A.V. Postnikov, St. Bartkowcki, M. Neumann, R.A. Rupp, E.Z. Kurmaev, S.N. Shamin, V.V. Fedorov. Phys. Rev. B 50, 20, 14849 (1994).