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 $FeBO_3$. Обнаружено, что в магнитном поле, приложенном в базисной плоскости $FeBO_3$ 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 (FeBO₃) — 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 (ДС) FeBO₃, 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_s в соседних доменах, так и направление доменных границ (ДГ) в FeBO₃ 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 FeBO₃ 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 $FeBO_3$ (пространственная группа D^6_{3d}) представлял собой плоскопараллельную пластинку почти правильной шестиугольной формы толщиной $\approx 45\,\mu\mathrm{m}$ с поперечным размером $\sim 3\,\mathrm{mm}$. 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 FeBO₃ (в области длин волн $\lambda \sim 0.5\,\mu\mathrm{m}$) "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 C_3) кристалла (магнитооптическое вращение возникает за счет появляющейся при такой ориентации кристалла проекции вектора \mathbf{I}_{s} 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 $\sim 10^{\circ}$.

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

¹ 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 $H \leq 70\,\mathrm{Oe}$ (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 α от H (α — угол фарадеевского вращения) и температурная зависимость магнитооптической восприимчивости $\partial \alpha/\partial H$, измеряемая в переменном магнитном поле с амплитудой $\approx 0.1\,\mathrm{Oe}$ и частотой 30 Hz. Эти исследования были выполнены с использованием (из соображений удобства измерений) излучения He–Ne-лазера с $\lambda=0.63\,\mu\mathrm{m}$.

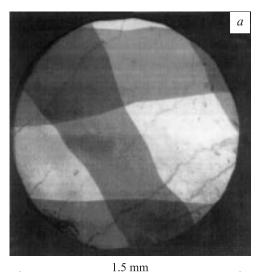
Для выявления влияния механических напряжений на магнитное состояние $FeBO_3$ все эксперименты дублировались на "ненапряженном" кристалле и кристалле, подвергнутом неоднородному напряжению, и полученные результаты сравнивались.

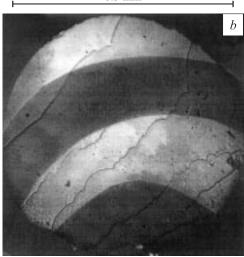
В первом случае образец размещался в оправке из листа плотной бумаги толщиной примерно на $10\,\mu\mathrm{m}$ больше толщины образца, в котором по форме образца было вырезано сквозное отверстие. Оправка с образцом вклеивалась по периметру между двумя медными шайбами толщиной 0.5 mm с центральными отверстиями 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 C_2 (ориентация которых определялась по естественной огранке кристалла), являющихся легкими осями внутриплоскостной гексагональной анизотропии [5] (рис. 1, a).² Такая ДС характерна для свободных от механических напряжений тонких пластинок FeBO₃ [1,2]. Известно [1,2,5], что в этом случае азимут вектора спонтанной намагниченности \mathbf{I}_s 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).





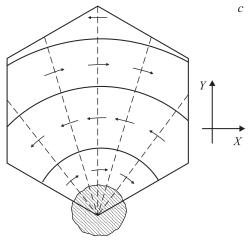


Рис. 1. Изображения доменной структуры "приклеенного" кристалла FeBO₃, полученные при H=0: a-T=290, b-90 K; c- пространственное распределение вектора спонтанной намагниченности (стрелки) в базисной плоскости напряженного кристалла. Штриховые линии — направления действующих механических напряжений, заштрихованная 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).

² Тонкое ломанные линии, видимые на поверхности образца, — изображения границ слоев роста кристалла.

Б.Ю. Соколов

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 \mathbf{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 \mathbf{I}_s на направление распространения света, т.е.

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

где $\varphi=\mathrm{const}\approx 10^\circ$ — угол падения света на плоскость образца, θ — 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 φ вокруг оси Y, т. е. θ — азимут \mathbf{I}_s относительно этой же оси). Отсюда видно, что наблюдаемое изменение магнитооптического контраста связано с плавным изменением угла θ вдоль оси X в направлении от центра образца к его периферии (при этом в направлении оси Y $\theta \approx \mathrm{const}$).

Поскольку внутриплоскостная магнитокристаллическая анизотропия в $FeBO_3$ невелика (при $T = 77 \, \mathrm{K}$ поле внутриплоскостной анизотропии $H_A < 1 \,\mathrm{Oe}$ [6]), согласно [1,2,5], в напряженном состоянии кристалла при H=0 вектор \mathbf{I}_s ориентируется в базисной плоскости преимущественно перпендикулярно направлению сжатия. Очевидно, что когда механические напряжения распределены по кристаллу неоднородно, ориентация \mathbf{I}_{s} 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_s 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 \mathbf{I}_s составляет острый угол с \mathbf{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 $\mathbf{H} \parallel \mathbf{X}$.

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

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

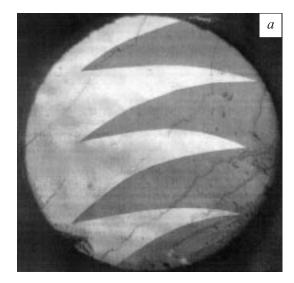
где θ_1 , θ_2 —углы, которые вектор \mathbf{I}_s составляет с \mathbf{H} по обе стороны ДГ. Поскольку углы θ_1 и θ_2 меняются вдоль направления $\Pi\Gamma$ (рис. 1, b, c), действие поля в этом случае приводит к тому, что "темные" домены справа от центральной части образца растут за счет "светлых" доменов, 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 $(H_0 \approx 3 \,\mathrm{Oe} \,\mathrm{при}\,T = 90 \,\mathrm{K})$ в кристалле остаются только два ("светлый" и "темный") так называемых встречных домена, разделенные одной зигзагообразной доменной стенкой (рис. 2, a, b).³

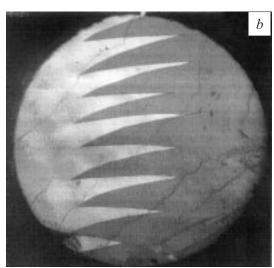
Возникающая доменная конфигурация, очевидно, определяется в основном конкуренцией между магнитостатической энергией кристалла E_M и энергией ДГ. С энергетической точки зрения выгодна имеющая минимальную протяженность плоская доменная стенка. Однако при этом максимальной окажется магнитостатическая энергия. Действительно, если по обе стороны ДГ вектор I_s составляет с нормалью к этой границе углы γ_1 и γ_2 , $E_M \propto I_s^2 (\cos \gamma_1 - \cos \gamma_2)^2$ [7], т. е. энергия E_M максимальна при перпендикулярной ориентации \mathbf{I}_s к плоскости ДГ. Следовательно, в данном случае зигзагообразная ДГ, уменьшая углы γ_1 и γ_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-

 $^{^3}$ При изменении температуры от 90 до 270 K поле H_0 уменьшается примерно в 1.5 раза.





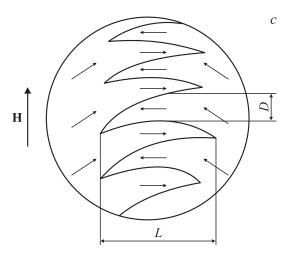


Рис. 2. Изображения доменной структуры напряженного кристалла FeBO₃, наблюдаемые при $T=90\,\mathrm{K}$: a-H=3, $b-20\,\mathrm{Oe}$ ($\mathbf{H}\perp\mathbf{X}$); c- пространственное распределение вектора спонтанной намагниченности (стрелки внутри круга) в возникающей доменной конфигурации. Стрелка вне 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.

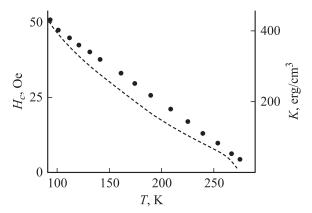


Рис. 3. Температурная зависимость поля перехода напряженного кристалла FeBO₃ в монодоменное состояние (точки). Штриховая линия — температурная зависимость константы внутриплоскостной анизотропии напряженного кристалла, рассчитанная по формуле (7).

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 $T=290~\mathrm{K}$ 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 α выходит на насыщение в значительно большем поле H (при $T=90~\mathrm{K}$ для "ненапряженного" образца поле

 1648

 Б.Ю. Соколов

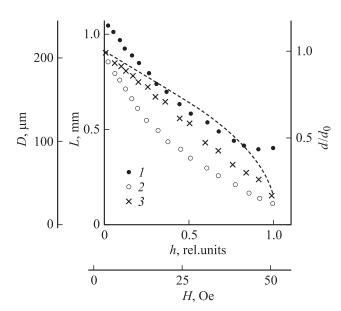


Рис. 4. Полевые зависимости средней ширины (2) и длины (1) клиновидных доменов, а также величины $d=D/\sqrt{L}$, нормированной на свое максимальное значение d_0 (3), полученные при T=90 К. Штриховая линия — теоретическая зависимость $d/d_0(h)$ [10].

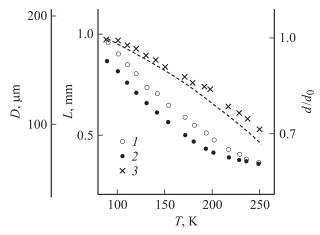


Рис. 5. Температурные зависимости средней ширины (1) и длины (2) клиновидных доменов, а также величины $d=D/\sqrt{L}$, нормированной на свое максимальное значение d_0 (3), полученные при H=7 Ое $(\mathbf{H}\perp\mathbf{X})$. Штриховая линия — температурная зависимость отношения d/d_0 , рассчитанная по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

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

Заметим, что при $\mathbf{H} \parallel \mathbf{X}$ 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 $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ 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 $\mathbf{H} \parallel \mathbf{X}$: как видно из рис. 1, c, вследствие различия углов θ_1 и θ_2 , фигурирующих в формуле (1), для начала движения ДГ при $\mathbf{H} \perp \mathbf{X}$ необходимо более высокое значение поля, чем при $\mathbf{H} \parallel \mathbf{X}$.

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

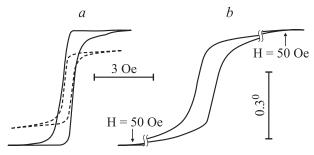


Рис. 6. Полевые зависимости эффекта Фарадея в FeBO₃: a — для "ненапряженного" кристалла (штрих — $T=290\,\mathrm{K}$, сплошная линия — $T=90\,\mathrm{K}$), b — для кристалла, подвергнутого неоднородному механическому напряжению ($T=90\,\mathrm{K}$, $\mathbf{H}\perp\mathbf{X}$). Скорость развертки магнитного поля $\sim 0.2\,\mathrm{Oe/s}$.

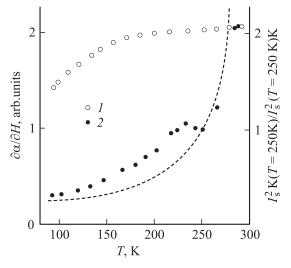


Рис. 7. Температурная зависимость магнитооптической восприимчивости $FeBO_3$: I — для "ненапряженного" кристалла, 2 — для "приклеенного" кристалла. Штриховая линия — температурная зависимость величины I_s^2/K , нормированной на свое значение при $T=250\,\mathrm{K}$.

 $T<270~{\rm K}$ 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 ${\rm FeBO_3}$ 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. 4

3. Обсуждение результатов

Рассмотрим наиболее существенное проявление влияния неоднородного напряжения на магнитное состояние FeBO₃ — 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

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

Здесь ε — 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 $\mathbf{I}_s \perp \mathbf{H}$ и $\mathbf{I}_s \perp \boldsymbol{\sigma}$, где $\boldsymbol{\sigma}$ — 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 \mathbf{I}_s в напряженном кристалле отклонен от направления, задаваемого анизотропией, наведенной в базисной плоскости напряжениями. При этом направление \mathbf{I}_s составляет с направлением $\mathbf{H} \ (\mathbf{H} \perp \mathbf{X}) \ \text{угол} \ \theta = \arccos I_s H/2K = \arccos h \ [7]$. 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 μ — коррекция [7]) магнитную проницаемость среды, которая в области полей $H_0 \leq H \leq H_c$ (на линейном участке зависимости $\alpha(H)$) имеет вид [7]

$$\mu = 1 + \pi I_s^2 / K$$
.

Поскольку при расчете магнитостатической энергии актуальным является распределение вектора \mathbf{I}_s в области кристалла вблизи ДГ, под θ в (3) будем понимать угол между векторами \mathbf{I}_s и \mathbf{H} , усредненный по всей площади клиновидного домена (т.е. будем считать, что угол θ 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 μ -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 **H** приблизительно перпендикулярен плоскости ДГ по всей ее длине, плотность энергии ДГ представим как

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

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 $K=-3/2\Lambda\sigma\cos^2\Psi$ (Λ — константа магнитострикции, Ψ — угол между \mathbf{I}_s и вектором действующего напряжения σ), 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 $h \to 1$ величина D в (6) стремится к некоторому конечному пределу, а ширина неелевской доменной стенки — к бесконечности. Это означает, что при $h \to 1$ ДС исчезает путем безграничного роста ширины ДГ. Последнее согласуется с визуально наблюдаемым процессом исчезновения клиновидных доменов при $H \to H_c$ в результате уменьшения четкости их изображения (см. предыдущий раздел).

⁴ Этот вывод сделан с учетом данных по эффекту Фарадея: как видно из рис. 6, напряжения не оказывают заметного влияния на величину α , измеряемую в состоянии магнитного насыщения, а значит, — и на $|\mathbf{I}_s|$.

Б.Ю. Соколов

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 $H o H_c$ 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 ($H_0 \le H \le H_c$) пятикратное изменение отношения d/d_0 .

По определению

$$H_c = 2K/I_s, (7)$$

откуда, зная зависимости $H_c(T)$ и $I_s(T)$, можно рассчитать величину константы наведенной анизотропии K и восстановить ее температурную зависимость. Так, например, подставляя в (7) значение $H_c=51\,\mathrm{Oe}$ и $I_s=16.7\,\mathrm{G}$ [11], находим, что при $T=90\,\mathrm{K}$ константа $K\approx425\,\mathrm{erg/cm^3}$ (для сравнения при $T=77\,\mathrm{K}$ константа внутриплоскостной гексагональной анизотропии FeBO3 составляет $\approx 9\,\mathrm{erg/cm^3}$ [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 Kдостаточно 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 H и T. Что же касается количественного сравнения теории с экспериментом, то, например, если подставить в (6) найденную при $T=90\,\mathrm{K}$ величину $K = 425 \,\mathrm{erg/cm^3}$, $L \approx 1.1 \,\mathrm{mm}$, $I_s = 16.7 \,\mathrm{G}$ и значение $A = 0.5kT_NS^2/a \approx 3 \cdot 10^{-6} \, \mathrm{erg/cm}$ (k = $= 1.4 \cdot 10^{-16}$ erg/K — постоянная Больцмана, S = 5/2 спиновый момент иона $\mathrm{Fe^{3+}}$, $a\approx 5\,\mathrm{\mathring{A}}$ и $T_N\approx 350\,\mathrm{K}$ соответственно постоянная решетки и температура Нееля $FeBO_3$ [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 FeBO₃, 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).