УДК 669.24"234:537:621

ВЛИЯНИЕ МАГНИТОСТРИКЦИОННЫХ ДЕФОРМАЦИЙ НА Анизотропию явлений переноса в монокристаллических сплавах никель-палладий

А. Б. Грановский, Р. П. Васильева, С. И. Стадник, Г. М. Мяликгулыев

(кафедра магнетизма)

В интервале температур от 300 К до температуры Кюри исследованы анизотропия эффектов Холла, Нериста—Эттингсгаузена, поперечного спонтанного магнетосопротивления, поперечной магнитотермоэдс монокристаллических сплавов Ni—Pd с содержанием Pd от 0 до 70 ат.%. Показано, что магнитострикционные деформации не оказывают существенного влияния на анизотропию коэффициентов аномального эффекта Холла и Нериста—Эттингсгаузена, но играют определяющую роль в формировании анизотропии магнетосопротивления и магнитотермоэдс.

В настоящей работе представлены результаты исследования анизотропии эффектов Холла, Нернста—Эттингсгаузена, поперечного магнетосопротивления, поперечной магнитотермоэдс и магнитострикции в монокристаллических сплавах Ni—Pd с содержанием Pd 0—70 ат.%. Измерения перечисленных выше эффектов проводились на одних и тех же образцах в интервале температур от 300 К до температур Кюри в поле до 1,4·10⁶ А/м при ориентации электрического поля или градиента температур вдоль кристаллографической оси [110]. Описание методики получения образцов, а также методик измерения дано в работах [1, 2].

Анизотропия коэффициентов аномального эффекта Холла (АЭХ) — R_s и аномального эффекта Нернста—Эттингсгаузена (АЭНЭ) — Q_s характеризовалась параметрами

$$\xi = \frac{R_{s}^{[110]} - R_{s}^{[001]}}{|R_{s}^{[001]}|}, \qquad (1)$$

$$\eta = \frac{Q_{s}^{[110]} - Q_{s}^{[001]}}{|Q_{s}^{[001]}|}, \qquad (1)$$

где кристаллографические индексы указывают направление вектора магнитного момента. Анизотропия АЭХ и АЭНЭ — четный по намагниченности эффект, поэтому естественно сравнить анизотропию АЭХ и АЭНЭ с другим четным эффектом — магнитной анизотропией. На рис. 1, а представлены температурные зависимости параметров § и η





Рис. 1

93

чистого Ni, а на рис. 1, б — температурные зависимости константы магнитной анизотропии K_1 и «истинной» константы магнитной анизотропии K_1^{int} , которая получается вычитанием из измеренных значений K_1 вклада магнитострикционных деформаций ΔK [3]. Представленные на рис. 1 данные типичны и для сплавов Ni_{1-x}—Pd_x с $x \ll 50$ ат. %. Из сравнения этих данных можно заключить следующее. Во-первых, как видно из рис. 1, *a*, температурные зависимости параметров ξ и η полностью аналогичны и значения этих параметров близки. При учете общего соотношения, связывающего Q_s и R_s [4]:

$$Q_{s} = -\frac{SR_{s}}{p} - \frac{\pi^{2}}{3} \frac{k_{B}^{2}}{|c|} \left(\frac{\partial}{\partial E} \frac{R_{s}}{\rho^{2}}\right)_{B_{F}}$$
(2)

(где S — термоэдс, ρ — электросопротивление) и малой анизотропии ρ и S по сравнению с анизотропией R_s , такое поведение параметров ξ и η легко объяснимо. Во-вторых, температурные зависимости η и ξ аналогичны температурной зависимости «истинной» константы магнитной анизотропии K_1^{int} , а не полной K_1 , включающей магнитострикционный вклад. Следовательно, магнитострикционные свойства сплавов Ni—Pd, играя заметную роль в формировании константы магнитной анизотропии, не оказывают существенного влияния на анизотропию АЭХ и АЭНЭ.

На рис. 2 представлены зависимости спонтанного поперечного магнетосопротивления (ПМС) $\Delta \rho_{\perp} / \rho$ (рис. 2, *a*) и поперечной магнитострикции λ_{\perp} (рис. 2, *б*) от ориентации магнитного поля в плоскости



Рис. 2

Рис. З

(110) для сплава Ni — 25 ат. % Рd при 300 К. Величина спонтанного ПМС определялась путем экстраполяции полевой зависимости $\Delta \rho_{\perp}/\rho$ к нулевому значению магнитной индукции. Прежде всего следует отметить, что ПМС исследованных монокристаллических сплавов при намагничивании вдоль [001] положительно, тогда как для поликристаллических Ni и сплавов Ni—Pd $\Delta \rho_{\perp}/\rho < 0$ [5]. Из рис. 2 видно, что при намагничивании вдоль [001] максимальна и магнитострикция λ_{\perp} . Отсюда можно предположить, что магнитострикционные деформации играют существенную роль в формировании ПМС, т. е.

$$\frac{\Delta \rho_{\perp}}{\rho} = \left(\frac{\Delta \rho_{\perp}}{\rho}\right)^{\lambda} + \left(\frac{\Delta \rho_{\perp}}{\rho}\right)^{\text{int}},\tag{3}$$

где первый член пропорционален λ_{\perp} и положителен, а второй описывает «истинный» вклад и отрицателен.

В подтверждение высказанного утверждения можно привести следующую оценку. Согласно данным работы [6], при растягивающих нагрузках $P=2,5\cdot10^5$ H/м² для Ni $\Delta\rho_{\perp}/\rho$ изменяется на величину $\Delta(\Delta\rho_{\perp}/\rho)^P \approx 0.3\cdot10^{-3}$. Тогда, учитывая, что относительное растяжение образца $\Delta l/l=P/E$, где для Ni модуль упругости $E=2\cdot10^{-11}$ H/м², а также то, что по определению $\lambda_{\perp}=\Delta l/l$, легко получить:

$$\left(\frac{\Delta\rho_{\perp}}{\rho}\right)^{\lambda} = \Delta \left(\frac{\Delta\rho_{\perp}}{\rho}\right)^{P} \frac{E}{P} \lambda, \tag{4}$$

что при $\lambda_{\perp}^{[001]}$ =4,2·10⁻⁵ приводит к значению ($\Delta \rho_{\perp} / \rho$) $\approx 10^{-2}$. Вычитая этот положительный вклад из измеренного значения $\Delta \rho_{\perp}^{[001]} / \rho$, получаем, что «истинное» ПМС отрицательно и по порядку величины совпадает с данными для поликристаллических сплавов.

Дополнительным подтверждением существенного вклада магнитострикционных деформаций в ПМС могут служить данные о температурной зависимости ПМС [7]. В окрестности температуры «компенсации», т. е. когда K_1 обращается в нуль, а следовательно, мал зонный вклад в K_1 , следует ожидать, что и $(\Delta \rho_\perp / \rho)^{\text{int}}$ мало, и при этом условии зависимости ПМС и λ должны быть одинаковыми, что действительно отмечалось в эксперименте. В частности, для чистого Ni в интервале температур 460—510 К ПМС и λ имели два экстремума при **Н**[[110] и **Н**][001].

На рис. З представлены угловые зависимости поперечной магнитотермоэдс (поперечный термомагнитный эффект) для сплава Ni — 25 ат. % Pd. Из сравнения с данными для угловой зависимости магнитострикции λ_{\perp} (см. рис. 2, б) видно, что оба эффекта имеют практически совпадающие экстремумы при \mathbf{M}_{s} [[101] и \mathbf{M}_{s} [[110], в то же время у магнитотермоэдс имеется небольшой максимум при \mathbf{M}_{s} [[112]. При упругом рассеянии термоэдс определяется следующим выражением:

$$S = -\frac{\pi^2}{3} \frac{k_B^2 T}{|e|} \frac{1}{\sigma} \left(\frac{\partial \sigma}{\partial E}\right)_{E_F} = AT \rho \left(\frac{\partial \sigma}{\partial E}\right)_{E_F}, \tag{5}$$

где A — константа, а $\sigma = 1/\rho$ — электропроводность. Следовательно, с учетом выражения (3)

$$\frac{\Delta S_{\perp}}{S} = \left(\frac{\Delta S_{\perp}}{S}\right)^{\lambda} + \left(\frac{\Delta S_{\perp}}{S}\right)^{\text{int}},\tag{6}$$

тде

$$\left(\frac{\Delta S_{\perp}}{S}\right)^{\lambda} = \left(\frac{\Delta \rho_{\perp}}{\rho}\right)^{\lambda}, \quad \left(\frac{\Delta S_{\perp}}{S}\right)^{\text{int}} = \left(\frac{\Delta \rho_{\perp}}{\rho}\right)^{\text{int}} + \frac{\Delta \left(\frac{d\rho_{\perp}}{dE}\right)_{E_{F}}}{\left(\frac{d\rho_{\perp}}{dE}\right)_{E_{F}}}.$$
 (7)

Первый вклад в выражении (6) связан с магнитострикционными деформациями, а второй «истинный». Согласно приведенным выше при анализе ПМС оценкам, вклад $(\Delta S_{\perp}/S)^{\lambda}$ положителен, порядка 10^{-2} и пропорционален λ_{\perp} , что и соответствует экспериментальным данным, за исключением небольшого дополнительного максимума $\Delta S_{\perp}/S$ при $M_s \parallel [112]$. Отсюда можно заключить, что основным механизмом, приводящим к анизотропии магнитотермоэдс, является магнитострикционное растяжение образца, однако зонный вклад, обусловленный анизотропией рассеяния, отнюдь не является пренебрежимо малой величиной.

Таким образом, можно заключить, что в монокристаллических сплавах Ni--Pd

1) магнитострикционные деформации дают пренебрежимо малый вклад в анизотропию АЭХ и АЭНЭ;

2) вклад магнитострикционных деформаций в анизотропию магнетосопротивления соизмерим по порядку величины с «истинным» эффектом, обусловленным особенностями зонной структуры;

3) анизотропия поперечной магнитотермоэдс в основном определяется вкладом магнитострикционных деформаций, однако зонный вклад, хотя и меньший по величине, также играет роль в формировании эффекта.

ЛИТЕРАТУРА

- 1. Васильева Р. П., Мяликгулыев Г. М., Стадник С. И.//ФММ. 1984. 57. Nº 5. C. 904.
- 2. Мяликгулыев Г. М., Васильева Р. П., Стадник С. И.//ФММ, 1985. 59. № 4. C. 750.
- 3. Пузей И. М.//Изв. АН СССР, сер. физ. 1961. 25, № 12. С. 1494.
- 4. Ведяев А. В., Грановский А. Б., Котельникова О. А. Кинетические явления в неупорядоченных ферромагнитных сплавах. М., 1992.
- 5. Вонсовский С. В. Магнетизм. М., 1971. 6. Мяликгулыев Г. М.//Изв. АН ТССР, сер. физ. техн. хими гсол. наук. 1971. № 5. C. 30.
- 7. Мяликгулыев Г. М., Васильева Р. П., Джепбаров Е., ник С. И.//ФММ. 1989. 67, № 5. С. 1031. Стад-

Поступила в редакцию 07.12.94

ВЕСТН, МОСК. УН-ТА. СЕР. 3, ФИЗИКА, АСТРОНОМИЯ. 1995. Т. 36, № 4

ГЕОФИЗИКА

УДК 551.466

ГЕНЕРАЦИЯ ЦУНАМИ БЕГУЩЕЙ ПОДВИЖКОЙ ДНА

М. А. Носов. Н. К. Шелковников

(кафедра физики моря и вод сиши)

Методом лабораторного моделирования и теоретически, в рамках ликейной потенциальной теории, исследуется задача о генерации воли цунами бегущими подвижками дна. Получены зависимости максимальной амплитуды и энергии волн от скорости распространения подвижки дна. Экспериментальные данные находятся в хорошем соответствии с теоретическими зависимостями.

В большинстве работ, посвященных процессу генерации волн цунами подвижками дна, предполагается, что движение дна происходит одновременно во всей активной области, что, очевидно, не всегда имеет место в природе. В связи с этим большой интерес для проблемы цунами представляют возмущения дна океана, получившие в литературе название бегущих подвижек [1-4]. В качестве природного прототипа бегущей подвижке могут соответствовать последовательное смещение блоков дна, распространяющаяся по дну трещина [5] или диспергирующий пакет сейсмических волн [6]. Кроме того, бегущая подвижка может ассоциироваться и с подводным оползнем [7, 8]. Отметим, что практически все упомянутые работы являются теоретиче-