# 物理学报 Acta Physica Sinica





Institute of Physics, CAS

### 利用扫描透射X射线显微镜观测磁涡旋结构

孙璐 火炎 周超 梁建辉 张祥志 许子健 王勇 吴义政

Scanning transmission X-ray microscope observation and quantitative study of magnetic vortex structure

Sun Lu Huo Yan Zhou Chao Liang Jian-Hui Zhang Xiang-Zhi Xu Zi-Jian Wang Yong Wu Yi-Zheng

引用信息 Citation: Acta Physica Sinica, 64, 197502 (2015) DOI: 10.7498/aps.64.197502 在线阅读 View online: http://dx.doi.org/10.7498/aps.64.197502 当期内容 View table of contents: http://wulixb.iphy.ac.cn/CN/Y2015/V64/I19

您可能感兴趣的其他文章 Articles you may be interested in

## 磁场作用下超导圆环的涡旋演化

Evolution of vortex configuration for superconducting ring in the presence of an externally applied field 物理学报.2014, 63(24): 247501 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.247501

## 基于不敏粒子滤波的水中非合作磁性目标实时磁定位方法

A real-time magnetic localization method of underwater non-cooperative magnetic targets based on unscented particle filter 物理学报.2014, 63(22): 227502 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.227502

不同易轴取向下对Nd<sub>2</sub>Fe<sub>14</sub>B/Fe<sub>65</sub>Co<sub>35</sub>磁性双层膜的微磁学模拟

Micromagnetic simulation and analysis of Nd<sub>2</sub>Fe<sub>14</sub>B/Fe<sub>65</sub>Co<sub>35</sub> magnetic bilayered thin films with different orientations of the easy axis

物理学报.2014, 63(16): 167505 http://dx.doi.org/10.7498/aps.63.167505

易轴取向对 $Nd_2Fe_{14}B/\alpha$ -Fe双层膜退磁过程影响的微磁学分析 Micromagnetic analysis of the effect of the easy axis orientation on demagnetization process in Nd<sub>2</sub>Fe<sub>14</sub>B/a-Fe bilayers 物理学报.2013, 62(22): 227502 http://dx.doi.org/10.7498/aps.62.227502

## FePc与TiO<sub>2</sub>(110)及C<sub>60</sub>界面电子结构研究

The interfacial electronic structures at FePc/TiO<sub>2</sub>(110) and FePc/C<sub>60</sub> interface 物理学报.2012, 61(18): 186801 http://dx.doi.org/10.7498/aps.61.186801

# 利用扫描透射X射线显微镜观测磁涡旋结构\*

孙璐<sup>1</sup>) 火炎<sup>1</sup>) 周超<sup>1</sup>) 梁建辉<sup>1</sup>) 张祥志<sup>2</sup>) 许子健<sup>2</sup>) ∓勇<sup>2</sup>) 吴义政<sup>1</sup>)<sup>†</sup>

1) (复旦大学物理系,上海 200433)

2) (中国科学院上海应用物理研究所, 上海 201204)

(2015年4月15日收到;2015年6月5日收到修改稿)

利用上海光源软X射线谱学显微光束线站 (STXM)并结合X射线的磁圆二色效应,我们对方形、圆形和 三角形的Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>薄膜微结构中的磁涡旋结构进行了定量实验观测,并利用同步辐射光源的元素分辨特性, 分别在Fe和Ni的L<sub>3</sub>吸收边对涡旋磁结构进行了观测.我们还对磁涡旋中磁矩的分布进行了定量分析,发现 实验结果与微磁学模拟结果完全符合.

关键词: 磁涡旋, 磁圆二色性, 同步辐射, 微磁学模拟 PACS: 75.70.Kw, 68.37.Yz, 75.40.Mg

#### **DOI:** 10.7498/aps.64.197502

## 1引言

磁存储器件如硬盘的应用主要基于其磁畴结构,而提高磁存储介质的密度和稳定性是当今信息存储技术面临的一个挑战.随着磁存储介质的面密度不断提高,介质中的磁性晶粒产生"超顺磁效应"<sup>[1,2]</sup>而变得不再稳定,克服其影响的一种有效手段就是用图形化的磁存储介质来代替传统的连续模介质<sup>[3,4]</sup>.此外,纳米磁性材料尺寸的减小会使其具有宏观尺度下所不具备的量子效应<sup>[5-7]</sup>,从而呈现出丰富的物理现象.

使用软磁多晶材料 (Co, Ni, Fe或 Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>)制 作的具有几何对称性的圆盘形<sup>[7]</sup>、正方形<sup>[8]</sup>、三角 形<sup>[9]</sup>等亚微米磁性微结构中,通常会形成一种特殊 的磁畴结构——磁涡旋 (magnetic vortex).这种结 构的形成源于体系中静磁能和交换相互作用能之 间的竞争作用.磁性微结构中,磁化强度沿着膜面 呈涡旋状闭合排列以降低体系的静磁能;而在磁性 微结构中心非常小的区域内,交换相互作用能驱使 磁化强度方向指向面外,形成磁涡旋核 (magnetic vortex core). 磁涡旋结构通常可以用两个参量来 描述——磁涡旋的手性和极化方向<sup>[10]</sup>,两者排列 组合会形成四种不同的剩磁态(图1).如果用磁涡 旋作为磁信息存储单元,那么一个磁涡旋就可以 同时存储两个比特的信息[11],因此它极有潜力成 为下一代磁随机存储器 (MRAM) 的基本存储单元. 此外, 磁涡旋还具有丰富的动力学行为, 通过施加 交流磁场可以驱使磁涡旋核发生环绕圆盘中心的 进动<sup>[12]</sup>,而当进动速度达到一定临界值时,磁涡旋 核会发生翻转<sup>[13]</sup>.这种磁涡旋核的动力学翻转需 要很小的交流磁场,并且其翻转时间尺度在皮秒量 级,这为控制磁涡旋的翻转提供了一条新的途径. 另外,磁涡旋的进动及其动力学翻转行为也可以 利用自旋极化电流产生的自旋转移力矩[14]来进行 定点调控<sup>[15-17]</sup>,这非常适用于磁存储器件的读写 操作. 近年来, 人们发现在具有强自旋轨道耦合的 体系中,存在由 Dzyaloshinskii-Moriya 相互作用引 起的手性磁结构<sup>[18,19]</sup>. 通过在磁涡旋结构中引入 DMI 效应, 可以调控磁涡旋旋转的手性<sup>[20]</sup>、磁涡旋 核<sup>[21]</sup>的大小以及磁涡旋动力学行为<sup>[22,23]</sup>,为基于

\* 国家重点基础研究发展计划(批准号: 2015CB921401)和国家自然科学基金(批准号: 11474066)资助的课题.

© 2015 中国物理学会 Chinese Physical Society

<sup>†</sup>通信作者. E-mail: wuyizheng@fudan.edu.cn

磁涡旋的存储器件提供了新的思路.

磁畴结构的定量测量,对图形化磁存储器件 的研究十分重要. 磁涡旋作为一种稳定的磁结构, 在理论上很早就被提出. 但是由于磁涡旋核的尺 寸小于20 nm, 直到2001年Shinjo等才利用磁力 显微镜 (MFM) 观察到 Niso Fe20 纳米盘中的磁涡旋 核结构<sup>[7]</sup>,在实验上首次验证磁涡旋结构.随后, Wachowiak等利用分辨率更高的自旋极化扫描隧 道显微镜 (SP-STM) 进一步观察到了磁涡旋核的 内部结构<sup>[10]</sup>. 然而,这些测量都只能观察到样品 不同磁畴的边界, 而无法对样品每一点的磁矩矢 量分布进行定量研究. 近年来, 随着第三代同步 辐射装置的发展,同步辐射X射线显微技术得到 了越来越广泛的应用,其中包括扫描透射X射线 显微镜 (scanning transmission X-ray microscopy, STXM)和光电子激发显微镜 (photoemission electron microscopy, PEEM)等<sup>[24]</sup>. 这些测量手段不 仅能够获得具有空间高分辨率的磁学显微图像,而 且具有元素分辨能力.目前,国际上利用STXM和 PEEM对于磁涡旋的精细磁结构和自旋动力学行 为展开了大量的研究,但是对不同形状的磁涡旋中 面内磁矩分布的定量研究则相对较少. 上海同步 辐射装置(SSRF)是目前我国唯一的第三代同步辐 射装置,其软X射线谱学显微光束线站就是利用了 STXM 实验技术.结合 X 射线的磁圆二色效应,我 们在国内首次利用SSRF的STXM在Fe和Ni的L<sub>3</sub> 吸收边分别观察到了不同形状、不同尺寸Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub> 亚微米磁性结构中的磁涡旋结构, 对测量到的涡旋 磁畴结构进行了定量分析,并与微磁学模拟计算进 行比较,结果表明,STXM实验能够精确、定量地研 究磁涡旋结构的磁矩分布特征.



图1 磁涡旋的四种稳定状态

Fig. 1. The four configurations of the vortex states in micromagnetic disks.

## 2 实 验

#### 2.1 样品制备

样品基底采用厚度为100 nm的低应力氮化硅 视窗,视窗周边有200 μm厚的硅载体. 首先在基 底表面涂覆一层光刻胶,用电子束曝光将不同尺寸 的圆形、方形、三角形微结构转移到光刻胶上. 显 影后,这些微结构所在位置的光刻胶被洗掉,露出 基底. 然后利用电子束蒸发在低温下生长厚度为 50 nm的Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>薄膜,最后用有机溶剂去除电子 束光刻胶. 由于光刻胶溶解于有机溶剂,因此光 刻胶上的Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>薄膜被剥离,而生长在基底上的 Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>薄膜则保留下来,即为制成的磁性微结构. 我们分别制作了尺寸为5 μm, 2 μm和1 μm的圆 形、方形以及三角形磁性微结构. 每一种形状的磁 性微结构以阵列的形式排列,间距为图形尺寸的两 倍,因此它们之间的磁偶极相互作用可以忽略. 样 品在测量之前经过旋转退磁使其达到能量最低态.

## 2.2 实验原理与装置

磁性材料在费米面附近自旋向上和向下的电 子态密度不同,受跃迁选择定则的限制,对左旋和 右旋偏振的X射线吸收强度不同,即磁圆二色效 应<sup>[25]</sup>.该效应的强弱与受测点磁矩在X射线传播 方向的投影成正比.因此,对样品上的每一点,分 别探测它对左旋光和右旋光的吸收强度,即可获得 该点的磁矩*M*.

本次实验在上海同步辐射装置(SSRF)软X射 线谱学显微光束线站进行,扫描透射X射线显微镜 的空间分辨率受波带片的限制,约为30 nm<sup>[26]</sup>.实 验装置如图2所示,X射线经由变包含角平面光栅 单色器单色化后,通过狭缝,然后由波带片聚焦,通 过级选光阑后照射到样品上.经样品透射后的X 射线强度由探测器进行测量;电机控制样品在焦平 面上进行二维平移,对样品进行逐点成像.样品面 (红色平面)与焦平面(蓝色平面)夹角为20°,样品 上各点的磁矩*M*(橙色实线箭头)在X射线传播方 向的投影为Msin20°(红色虚线箭头).原则上,夹角 越大,磁矩的面内分量信号更清晰,但是由于实验 条件限制,能够达到的最大倾角只有20°.实验中, 通过改变X射线的偏振方向,分别用右旋光和左旋 光对样品进行扫描透射成像,从两次得到的透射显 微图像中去除样品形貌信息,得到样品的磁学显微 图像.



图2 (网刊彩色) STXM 实验示意图: X 射线经波带片 聚焦后通过级选光栅,将一级衍射光斑聚焦在样品上,样 品后方为探测器. 样品 (红色平面) 旋转 20° 后,各点的磁 矩 (红色实心箭头)在 X 射线传播方向的分量 (红色虚线 箭头) 吸收 X 射线发生磁圆二色效应

Fig. 2. (color online) Schematic figure of the experimental setup. The income X-ray beam is focused on the specimen, and the transmitting X-ray intensity at each point is detected by CCD detector. The specimen is rotated by  $20^{\circ}$  in order to measure the in-plane magnetization components.

## 3 结果与讨论

## 3.1 Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>微结构中磁涡旋结构的观测

图 3 给出了三种不同形状 Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub> 磁性微结 构在 Fe 元素 L<sub>3</sub> 吸收边 (*E* = 700.2 eV)的 STXM 成 像结果,可以看到三种颜色的磁畴,分别对应着磁 矩平行 (深灰色)、反平行 (白色)或垂直 (浅灰色)于 入射 X 射线的三个方向.由于入射的 X 射线为右旋 偏振光,因此面内水平向右的磁矩对 X 射线的吸收 最强,图像最暗;反之水平向左的磁畴图像最亮.

从图3可以看出, 三种磁性微结构中的磁矩分 布都呈现磁涡旋态. 圆盘的图像灰度值(即磁矩) 沿着径向和环向光滑地变化(图3(a)); 在正方形中 可以清晰地观察到四个三角形磁畴, 磁畴之间的畴 壁沿对角线方向(图3(b)); 在三角形中可以观察到 两个亮暗对比的磁畴, 磁畴之间的畴壁分别沿30° 和150°方向(图3(c)). 由于磁涡旋核的尺寸约为 10—20 nm, 而 STXM的分辨率为30 nm, 因此在 实验中无法直接观测到磁涡旋核. 对于每一种形 状的磁性微结构, 图中展示的两个相邻磁涡旋结构 具有相反的手性. 而对大量磁涡旋的观测表明, 涡 旋的手性是随机分布的, 这是因为在不考虑相邻磁 涡旋之间的偶极相互作用时, 两种涡旋具有的能量 相同. 由于 X 射线吸收谱具有元素分辨能力,因此 对于 Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub> 的样品,既可以对 Fe 元素成像,也 可以对 Ni 元素成像.为比较两种元素的成像效 果,我们选定 X 射线能量分别位于 Ni 的 L<sub>3</sub> 吸收边 (E = 842 eV)和 Fe 的 L<sub>3</sub> 吸收边 (E = 700.2 eV) 时,对同一组正方形磁性微结构进行 STXM 成像 (图 4).结果表明: X 射线能量位于 Fe 的 L<sub>3</sub> 吸收边 时,成像衬度更大.



图 3 (a) 圆、(b) 方、(c) 三角磁性微结构的 STXM 磁学显 微图像 (磁矩的分布均呈现磁涡旋态, 如黑色箭头所示). (图中展示的两个磁涡旋具有相反的手性

Fig. 3. Magnetic vortex in Permalloy (a) disk, (b) square and (c) triangle elements. The black arrows indicate the direction of local magnetization. The neighbouring vortices in the figures show the opposite chirality (clockwise or anticlockwise).



图 4 5 μm 正方形结构在 (a) Fe, (b) Ni 的 L<sub>3</sub> 吸收边的 STXM 磁学显微图像 (在 Fe 的 L<sub>3</sub> 吸收边获得的图像衬 度更大)

Fig. 4. Vortex domain pattern of two 5  $\mu$ m × 5  $\mu$ m Permalloy squares taken at (a) Fe, (b) Ni L<sub>3</sub> absorption edge. The contrast of STXM image is greater at Fe L<sub>3</sub> edge.

### 3.2 定量讨论与分析

为精确定量研究磁涡旋结构内部的磁矩分布 特性,我们对STXM图像做进一步分析.由于磁性 微结构上各点对X射线的吸收强度正比于该点处 磁矩 M 在面内水平方向上的投影 $M_x$ ,我们可以通 过定量研究X射线吸收强度的分布来获得磁矩的 分布.以三种磁性微结构的几何中心为原点建立极 坐标系(图5(a)—(c)),选取半径为r = 0.3a(圆形、 方形)或r = 0.15a(三角形)的圆周(a为磁性微结 构的最大半径),绘制出圆周上每一点处X射线的 吸收强度沿面内角 $\theta$ 的变化情况(图5(g)—(i)的红 色线). 从图5(g)中看出,在圆盘形磁性微结构中,  $\theta = 0°$ 时 $M_x$ 几乎为零,磁矩指向面内垂直方向; 随着的增大,图像亮度逐渐降低, $M_x$ 从零值向负值 逐渐减小,至 $\theta = 90°$ 时图像最暗, $M_x$ 达到最小值, 此时磁矩方向水平向右;随后图像亮度逐渐增大,  $M_x$ 的值从最小值逐渐增大,至 $\theta = 180°$ 时 $M_x$ 再 次达到零值,此时磁矩方向已经转动了180°并指向 与 $\theta = 0°$ 时相反的垂直方向.继续增大 $\theta$ 角, $M_x$ 从 零值变为正值,至 $\theta = 270°$ 时 $M_x$ 达到最大值,此 时磁矩方向水平向左;随后 $M_x$ 的值再次逐渐减小, 至 $\theta = 360°$ 时达到零值,磁矩重新回到与 $\theta = 0°$ 时 相同的垂直方向.这表明磁矩方向呈涡旋状闭合排 列分布,与磁涡旋态相符.



图5 (网刊彩色) 三种形状的磁性结构实验测量与模拟计算结果的定量分析 (a), (b), (c) 分别为在圆、方、三角磁性微结构中的 STXM 显微图像, 每种图形的尺度为 2  $\mu$ m; (d), (e), (f) 为微磁学模拟三种结构中的磁畴分布; (g), (h), (i) 中, 红点表示在 (a), (b), (c) 中红色轮廓线上每一点的水平磁化强度; 蓝点表示在 (d), (e), (f) 中相应位置轮廓线上每一点的水平磁化强度 Fig. 5. (color online) Comparison between experimental and simulated vortex magnetization: (a), (b), (c) STXM images of magnetic vortex state for permalloy circle, square and triangle geometries; (d), (e), (f) micromagnetic simulations of the magnetic vortex state for circular, square and triangle geometries. The color and the arrows in (d)–(f) indicate the direction of the in-plane magnetization component; (g), (h), (i) profiles along the red circular in (a), (b), (c)(red hollow circle) and (d), (e), (f) (blue solid square dots).

在正方形磁性微结构中(图5(b))可以清晰地 观察到四个磁畴.磁矩的定量变化如图5(h)红色 线所示.在磁畴1区域, $M_x \, \mathcal{M} \theta = 0^\circ$ 时的零值向 负值逐渐减小,  $\mathcal{L} \theta = 45^\circ$ 后进入磁畴2区域,此时  $M_x$ 接近或达到最小值,磁矩方向水平向右,直至  $\theta = 135^\circ$ ;当135°< $\theta < 225^\circ$ 时,磁畴3区域中 $M_x$ 从负值连续变化到正值,表明磁矩水平方向的分量 转过180°;在 $\theta = 225^\circ$ 之后进入磁畴4区域, $M_x$ 接 近或达到最大值,磁矩方向水平向左.

在三角形磁性微结构中(图5(i)),  $M \oplus \theta = 0^{\circ}$ 开始逐渐减小, 经 $\theta = 30^{\circ}$ 后进入磁畴2区域, 此 时 $M_x$ 接近或达到最小值, 磁矩方向水平向右; 当  $\theta > 225^{\circ}$ 后进入磁畴3区域, 此时磁矩连续变化至 反方向, 在 $\theta = 270^{\circ}$ 时到达反方向最大值, 磁矩水 平向左, 之后又回到磁畴1区域,  $M_x$ 逐渐减小.在  $180^{\circ} < \theta < 360^{\circ}$ 之间, 磁矩的分布关于 $\theta = 270^{\circ}$ 对称.表明在磁性微结构中存在三个顶角为120°的 等边三角形磁畴, 畴壁分别沿着30°, 150°和270° 方向.

为进一步定量分析三种图形的磁结构,我们用 微磁学方法<sup>[27]</sup>在OOMMF软件中对三种磁性微 结构中的磁矩分布进行模拟计算,并与实验测量结 果进行比较.微磁学模拟基于在有效场作用下的 Laudau-Lifshitz-Gilbert<sup>[28]</sup>方程:

$$\frac{\mathrm{d}M}{\mathrm{d}t} = -\gamma (M \times H_{\mathrm{eff}}) + \alpha \left( M \times \frac{\mathrm{d}M}{\mathrm{d}t} \right),$$

其中t为时间、 $\gamma$ 为旋磁比、 $\alpha$ 为阻尼系数、 $H_{eff}$ 为 有效场:包含退磁场和交换相互作用场;由于多晶 Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>是软磁材料,因此模拟过程中可以忽略磁 晶各向异性场的影响.基于磁性材料中磁矩连续变 化的特点,在材料的交换长度之内可以认为原子磁 矩一致排列,且在有效场的作用下发生一致转动. Ni<sub>80</sub>Fe<sub>20</sub>的交换长度由下式给出:

 $l_{\rm ex} = \sqrt{2A/(\mu_0 M_{\rm s}^2)} \approx 5 \text{ nm},$ 

其中交换相互作用常数 $A = 1.3 \times 10^{-12}$  J/m, 饱和 磁化强度 $M_{\rm s} = 8 \times 10^5$  kA/m,  $\mu_0$  为真空磁导率.因 此我们在微磁学模拟中将磁性微结构划分成5 nm 的单元,用这些小单元来代替原子磁矩.通过求解 Laudau-Lifshitz-Gilbert方程在每个单元磁矩上的 稳定解,可以得到稳态下的磁矩分布.图5(d)—(f) 显示了模拟计算得到的三种形状的磁性微结构中 稳定态的磁矩分布,皆为涡旋闭合的形式,与实验 结果相符合.

对于模拟计算得出的圆、方、三角形磁性微 结构,同样选取半径为r = 0.3a(圆形、正方形)或 r = 0.15a(三角形)的圆周,将圆周上计算得到的磁 矩分布(图5(h),(i)蓝色线)与实验结果进行对比, 可以看到,测量结果与模拟结果几乎重合,这表明 我们通过STXM定量测出了三种形状磁涡旋中的 磁矩分布特性.在测量数据中,可以看到轮廓线上 一些点数值与模拟数据相比出现了小幅度的振荡, 该测量噪音主要来源于扫描电机移动时产生的误 差,导致靠近磁性微结构边缘时存在较大的振荡噪 声,尤其体现在三角形微结构的测量中.这是因为 在测量过程中步进电机是沿着 X 方向进行扫描,因 而导致三角形的左右两边出现锯齿状,增大了边缘 的噪声.图5(i)中三角形结构中磁矩分布实验曲线 和理论曲线的差距,可能就是来源于这一边缘的测 量噪音.

我们还利用磁力显微镜 (MFM) 对圆、方、三角 磁性微结构进行了测量, 如图 6 所示.显然, MFM 图像和图 5 中磁矩的矢量分布完全不同, 因此不 能对磁结构的磁矩分布进行定量测量. 众所周知, MFM测量中, 面外磁化的磁性针尖只能响应到磁 畴边界处的漏磁场产生的偶极相互作用力, 而对面 内磁矩本身并没有响应.圆形磁性微结构中面内磁 矩沿圆弧方向连续变化, 不存在磁畴的边界, 因此 MFM 图像中不存在对比度.方形和三角形结构中, MFM 图像存在明显的信号, 并在畴壁两边存在相 反的信号, 这是由于磁畴边界附近的漏磁场在畴壁 两边方向相反.受到 MFM 分辨率的限制, 我们在 三种磁结构中都没有观测到磁涡旋核.



图 6 (网刊彩色) (a) 圆形、(b) 方形、(c) 三角形磁性微结 构中的 MFM 图像

Fig. 6. (color online) MFM images in Permalloy (a) disk, (b) square and (c) triangle elements.

## 4 结 论

本文利用扫描透射 X 射线显微成像, 在 Fe 和 Ni 的 L<sub>3</sub> 吸收边分别定量观测了不同尺寸和形状的 磁性微结构中存在的磁涡旋结构, 发现在 Fe 的 L<sub>3</sub> 吸收边的磁性显微图像衬度更高. 对实验结果和模 拟结果的分析对比表明, 该实验对方形、圆形和三 角形微结构中的磁涡旋结构进行了定量的磁学显 微成像. 我们的测量结果表明, 利用 STXM 进行磁 畴成像是进行微磁学研究的一个十分有效的手段. 同时我们的实验结果也表明, 上海同步辐射装置的 软 X 射线谱学显微光束线站可以用于定量测量磁 性微结构中的磁畴结构.

#### 参考文献

- [1] Eisenmenger J Schuller I K 2003 Nat. Mater. 2 437
- [2] Skumryev V, Stoyanoc S, Zhang Y, Hadjipanayis G, Givord D, Mogues J 2003 Nature 423 850
- [3] Weller D, Doerner M F 2000 Annu. Rev. Mater. Sci. 30 611
- [4] Terris B D, Thomson T 2005 J. Phys. D: Appl. Phys. 38 R199
- [5] Castano F J, Hao Y, Hwang M, Ross C A, Vogeli B, Smith H I, Haratani S 2001 Appl. Phys. Lett. 79 1504
- [6] Demokritov S O, Hillebrands B, Slavin A N 2001 Phys. Rep. 348 441
- [7] Shinjo T, Okuno T, Hassdorf R, Shigeto K, One T 2000 Science 289 930
- [8] Chou S Y 1997 Proc IEEE 85 652
- [9] Onomura A 1987 Rev Mod Phys 59 639
- [10] Wachowiak A, Wiebe J, Bode M, Pietzsch O, Morgenstern M, Wiesendanger R 2002 *Science* 298 577

- [11] Pulwey R, Rahm M, Biberger J, Weiss D 2001 IEEE Trans. Magn 37 2076
- [12] Choe S B 2004 Science **304** 420
- [13] Guslienko K Y, Lee K S, Kim S K 2008 Phys. Rev. Lett. 100 027203
- [14] Shibata J, Nakatani Y, Tatara G, Kohno H, Otani Y 2006 Phys. Rev. B 73 020403
- [15] Yamada K, Kasai S, Nakatani Y, Kobayashi K, Kohno H, Thiavelle A, Ono T 2007 Nat. Mater. 6 269
- [16] Bolte M, Meier G, Kruger B, Drews A, Elselt R, Bocklage L, Bohlens S Tyliszczak T, Vansteenkiste A, Van Waeyenberge B Chou K W, Puzic A, Stoll H 2008 *Phys. Rev. Lett.* **100** 176601
- [17] Yamada K, Kasai S, Nakatani Y, Kobayashi K, Ono T 2008 Appl. Phys. Lett. 93 152502
- [18] Yu X Z, Onose Y, Kanazawa N, Park J H, Han J H, Matsui Y, Nagaosa N, Tokura Y 2010 Nature 465 901
- [19] Kanazawa N, Onose Y, Arima T, Okuyama D, Ohoyama K, Wakimoto S, Kakurai K, Ishiwata S, Tokura Y 2011 *Phys. Rev. Lett.* **106** 156603
- [20] Im M Y, Fischer P, Yamada K, Sato T, Kasai S, Nakatani Y, Ono T 2012 Nat. Commun. 3 983
- [21] Butenko A B, Leonov A A, Bogdanov A N, Rossler U K 2009 Phys. Rev. B 80 134410
- [22] Rohart S, Thiaville A 2013 Phys. Rev. B 88 184422
- [23] Luo Y M, Zhou C, Won C, Wu Y Z 2015 J. Appl. Phys. 117 163916
- [24] Wu Y Z 2010 Physics **39** 406 (in Chinese) [吴义政 2010 物理 **39** 406]
- [25] Smith N V, Chen C T, Sette F, Mattheiss L F 1992 *Phys. Rev. B* 46 1023
- [26] Zhang X Z, Xu Z J, Zhen X J, Wang Y, Guo Z, Yan R, Chang R, Zhou R R, Tai R Z 2010 Acta Phys. Sin. 59 4535 (in Chinese) [张祥志, 许子健, 甄香君, 王勇, 郭智, 严 睿, 常睿, 周冉冉, 邰仁忠 2010 物理学报 59 4535]
- [27] Brown J, William Fuller 1963 Micromagnetics (New York Interscience Publishers)
- [28] Landau L D, Lifshitz E M 1935 Phys. Z. Sowietunion 8 153

## Scanning transmission X-ray microscope observation and quantitative study of magnetic vortex structure<sup>\*</sup>

Sun Lu<sup>1)</sup> Huo Yan<sup>1)</sup> Zhou Chao<sup>1)</sup> Liang Jian-Hui<sup>1)</sup> Zhang Xiang-Zhi<sup>2)</sup> Xu Zi-Jian<sup>2)</sup> Wang Yong<sup>2)</sup> Wu Yi-Zheng<sup>1)†</sup>

(Department of Physics, Fudan University, Shanghai 200433, China)
 (Shanghai Institute of Applied Physics, Chinese Academy of Sciences, Shanghai 201204, China)

 (Received 15 April 2015; revised manuscript received 5 June 2015.)

#### Abstract

Magnetic recording has now played an important role in the development of non-volatile information storage technologies, so it becomes essential to quantitatively understand the magnetization distribution in magnetic microstructures. In ferromagnetic disks, squares and triangles with submicron sizes, it is energetically favorable for the magnetization to form a closed in-plane vortex and a perpendicular vortex core at the center. This vortex magnetic structure is a new candidate for future magnetic memory device because both the vortex chirality and the core polarity can be manipulated by applying an external magnetic field or a spin-polarized current. Further development of vortex-based memory devices requires quantitative measurement of vortex domain structures, which is still lacking.

In this paper, magnetization configuration in a vortex structure has been quantitatively studied by scanning transmission X-ray microscope (STXM) utilizing X-ray magnetic circular dichroism (XMCD) effect in Shanghai Synchrotron Radiation Facility. Samples have been fabricated on the 100 nm silicon-nitride membranes. The patterns are first transferred to PMMA photoresist using e-beam lithography, then a 50 nm thick  $Ni_{80}Fe_{20}$  film is deposited by e-beam evaporation. Magnetic vortex configurations are characterized with the X-ray energy at Fe L<sub>3</sub> absorption edge and Ni L<sub>3</sub> absorption edge, respectively. The image taken at Fe edge shows greater contrast than that at Ni edge. Experimental results indicate that the magnetic vortex state remains stable in permalloy circle, square and triangle structures with diameters from 2 to 5 µm. The STXM images indicate that the magnetization in circular geometry changes continuously along the concentric circles without clear domain boundaries. In contrast, magnetization in square geometry consists of four distinct domains with clear diagonal domain boundaries. Similarly, three domains can be observed in triangle geometry. In order to quantify the in-plane magnetization configuration in magnetic vortices, we also use micromagnetic simulation to calculate the magnetization distributions of these three geometries. By extracting  $M_x$  along the circular profiles in both experimental and simulated vortex images, we find that the experimental magnetic profiles in the STXM images are consistent with the simulation data quantitatively. These magnetic structures are also studied by magnetic force microscopy (MFM). Since MFM is only sensitive to the dipolar magnetic field around the domain boundary, the MFM images show different configurations from the STXM images.

Keywords: magnetic vortex, X-ray magnetic circular dichroism, synchrotron radiation, micromagnetic simulation

**PACS:** 75.70.Kw, 68.37.Yz, 75.40.Mg

**DOI:** 10.7498/aps.64.197502

<sup>\*</sup> Project supported by the National Basic Research Program of China (Grant No. 2015CB921401) and the National Natural Science Foundation of China (Grant No. 11474066).

<sup>†</sup> Corresponding author. E-mail: wuyizheng@fudan.edu.cn