

科学研究費助成事業(科学研究費補助金)研究成果報告書

平成 25 年 6 月 13 日現在

機関番号: 33919
研究種目:基盤研究(B)
研究期間: 2010~ 2012
課題番号:22310070
研究課題名(和文)
グラフェンエッジ状態を利用した強磁性ナノ炭素粒子の作製とキャラクタリゼーション
研究課題名(英文)
Preparation and characterization of ferromagnetic carbon nano-particles based on the
graphene edge states
研究代表者
坂東 俊治(BANDOW SHUNJI)
名城大学・理工学部・教授
研究者番号: 20231540

研究成果の概要(和文): 水素を含む高温雰囲気中で炭素粉末をレーザー蒸発させると, 強磁性を示すナノ炭素粒子が得られる.しかし, 原料には 100 ppm 程度の鉄が含まれるため, このような磁性が得られる可能性がある.この不純物鉄を 10 ppm 以下まで除去すると, 強磁性を示さなくなり, 検出した強磁性は鉄元素に起因すると考えられる.しかし, グラフェンのジグザグ端に関わる磁性は, 高濃度窒素をドープしたグラフェン膜でも微弱ではあるが検出でき, 炭素強磁性の実験的検証に関する手掛かりを得た.

研究成果の概要 (英文): Ferromagnetic carbon nano-particles can be prepared by the laser vaporization of a carbon powder in a hydrogen containing atmospheric pressure of Ar at high temperature. However, we cannot exclude a possibility of that such ferromagnetism is originated in the impurity iron containing in the carbon powder with the order 100 ppm. As a fact, it was found that the ferromagnetic feature disappeared when the impurity iron level lowered less than 10 ppm. On the other hand, we have succeeded to catch a very weak signal possibly based on the zig-zag edges formed in a highly nitrogen doped graphene film. This will be a clue for verifying the intrinsic carbon ferromagnetism.

交付決定額

			(並領半位・口)
	直接経費	間接経費	合 計
2010年度	7, 200, 000	2, 160, 000	9, 360, 000
2011年度	4, 300, 000	1, 290, 000	5, 590, 000
2012年度	3, 400, 000	1, 020, 000	4, 420, 000
年度			
年度			
総計	14, 900, 000	4, 470, 000	19, 370, 000

研究分野: 複合新領域

科研費の分科・細目:ナノ・マイクロ科学 ・ ナノ材料・ナノバイオサイエンス キーワード:ナノ炭素,ナノ材料,ジグザグエッジ,グラフェン

1. 研究開始当初の背景

炭素の強磁性に関わる研究は、2000 年ご ろから脈々と行われており、2004 年に報告 [A.V. Rode *et al.*, Unconventional magnetism in all-carbon nanofoam, *Phys. Rev.* **B 70**, 054407 (2004)] された炭素のレーザー蒸発により得 られた粉末試料で強磁性的な振る舞いが検 出されてから、いろいろな炭素試料で強磁性 が検出されている.しかし、残存する磁性不 純物の存在を完全に取り除くことができず、 かつ、再現性に乏しく、基礎研究を本格化す るまでには至っていない.さらに、理論的な

予測では, sp² 結合を有する炭素の六員環ネ ットワークの端に現れるジグザグ構造部分 には局在電子状態が現れ, 隣り合うジグザグ エッジの電子スピンが強磁性的に配列する ことが示されており,実験的に検出された強 磁性を「炭素磁性の本質」であるとする背景 がある.

2. 研究の目的

前述のような背景を考慮し、本研究では、 磁性不純物等の外因的な要素に極力注意を 払いながら、実験で得られた事実の分析およ び解析を行うことを第一目的とした. さらに sp² 結合した炭素ネットワークの端に現れる ジグザグ構造に由来する炭素磁性の本質を 探る信頼性の高い実験を行う.

3. 研究の方法

炭素強磁性の本質は、グラファイト(グラフェンの積層体)の端のジグザグ構造にあり、 そこに局在する炭素 2p 軌道の電子スピンが 強磁性的に配列することにより現れる.つまり、全ての炭素原子が局在スピンを持つよう にはならないため、磁性としては従来の遷移 元素や希土類元素に源を発する磁性の 1/10 程度となる.このため、わずかな磁性金属が 試料に混入するだけで、炭素磁性を覆い隠す ことになる.したがって、このような磁性不 純物を注意深く取り除いた試料を作製する 実験を行い、その本質を確かめていく必要が ある.

- 4. 研究成果
- 平成22~23年度の研究成果

図1に示した我々の実験結果は、原料とな る炭素粉末を精製することなく,そのまま用 いてレーザー蒸発を行い、作製した試料に対 して得られたものである.同じ炭素粉末を用 いる限り、結果の再現性はよく、磁石に強く 引き寄せられる炭素強磁性体が得られる. 作 製した試料に含まれる Fe の含有量を原子吸 光分析(AAS)で測定すると、100-600 ppm 程 度の Fe が検出され、炭素のみで構成される 試料であるあるとは言い難い. しかし, Fe のの的和磁化の値は 200 emu・G/g 程度であ り, 100-600 ppm の Fe 不純物が飽和磁化に 与える寄与は 0.02-0.1 emu・G/g である. つ まり、観測された飽和磁化 1-3 emu · G/g を 説明できる大きさには至らず、グラフェンの ジグザグエッジに起因する本質的な炭素磁 性が拾畳している可能性は高い.

このような Fe はレーザー蒸発時に混入し たとは考えにくく,原料となる炭素粉末由来 であると考えるべきである.そこで,原料粉 末を原子吸光分析で分析すると,400 ppm 程 度の Fe の混入が認められた.実験では,ま ず、このような原料粉末から磁性不純物を取り除く作業を行うことにした.



⊠ 1. Magnetization curves. Magnetization curves in panel (a) were taken at 280 K and (b) at 4.2 K. At 280 K, magnetization curve of CNF from 3% H₂ can be traced by using the Brillouin function with non interacting large magnetic moments of ~8,800 $\mu_{\rm B}$ (see gray solid line). The coercivity $H_{\rm r}$ ~ 350 G observable in (b) was independent on the sample.

Fe の除去は, 原料粉末を HCl に浸すこと により行い, AAS により再び含有量を測定し た.表1に, 塩酸処理前と後に含まれる Fe 濃度を AAS により求めた結果をまとめた.

長1. 原料炭素粉末中の Fe 濃度測定

(1. 尿杆灰素切木干の」6. 展皮側足					
分析元素	塩酸処理前	塩酸処理後 (maik in 200/ HClass			
22-01-21-91K	C powder)	for 1 day)			
Fe 濃度	$\sim~400~{ m ppm}$	< 10 ppm			

このようにして高純度化した原料炭素粉 末を錠剤成型機で 10 mm φ×5 mm の円柱 状ペレット(350 kg/cm² で圧縮)にし、レーザ 一蒸発用のターゲットとした.ナノ炭素試料 は,1000 ℃,1 気圧の雰囲気ガスフロー中 (100 sccm)で作製し、雰囲気ガス(Ar バラ ンスガス)の水素濃度を 0,3,5% と変化させ た.表2はナノ炭素生成量の水素濃度依存性 である.図2は、表2の条件で作製した試料 の磁化曲線である.この図からわかるように、 水素濃度を変化させても磁性の変化はなく、 かつ、図1に示されるような強磁性的な振る 舞いを検出することはできなかった(図2の 縦軸のスパンは図1の1/100程度であること に注意).

表2. ナノ炭素生成量の水素濃度依存性

水素濃度 H ₂ /Ar(%)	0	3	5
ナノ炭素生成量 (mg/h)	~ 20	~ 7	~ 3

しかし、同じ塩酸処理を施した原料粉末を 用いてレーザー蒸発した試料において、図3 に示される磁化曲線を与える試料が得られ たこともある.ただし、この磁性を再現する には至っていない.図3の試料に対して、XPS で炭素 1s 軌道の結合を調べてみると,図 4 に示すように水素を含む雰囲気中で作製し た試料では,sp²結合した軌道とは異なる成 分を検出することができ,「水素と結合した 炭素」の存在を示唆する実験結果であると解 釈することができる.



図 2. Fe 濃度を 10 ppm 以下に抑えた炭素粉末を用いて作 製したナノ炭素試料の磁化曲線. 試料作製温度は, 1000 ℃であり,雰囲気中の水素ガス濃度を 0,3,5 %と 変化させた. 280 K と 4.2 K における磁化曲線には強磁性 的な寄与は現れず,図 1 に示したような結果は得られな い. 低温で現れる常磁性的な磁化曲線は,炭素ネットワー クに導入された欠陥に起因する常磁性スピンによるもの と思われる.







図4. 強磁性的な振る舞いを示すナノ炭素試料(上) と一般的な炭素の磁性を示すナノ炭素粉末(下)の C1sのX線光電子分光スペクトル.ナノ炭素試料 は、同じ炭素粉末から作製した.水素を含む雰囲気 中で作製した試料では、高結合エネルギー側にショ ルダー成分が現れ、作製条件からC-H 結合による ケミカルシフトを検出しているものと判断できる.

再現性実験の結果を含め、「図1の強磁性は, 試料に混入する Fe に起因する」と結論づけ てしまいがちである.しかし,研究成果(1) の冒頭にも言及したように,Fe 濃度だけでは 説明できない大きさの飽和磁化を示してい ることから,精製した原料炭素粉末中に不純 物として Fe を定量的に加えて再現実験を行 った.この実験を行った背景には,少量のFe (原子もしくはクラスター)が炭素ネットワ ークに欠陥を導入する役目を担い,大きな欠 陥(空孔)が形成され,sp²ネットワークの 中にジグザグ端が現れ,磁性に寄与している のではないかという考えがある.

塩酸処理によりFe不純物の濃度を10 ppm 以下のレベルまで減少させた原料炭素粉末 に,1000 ppm までの範囲で Feを混入させ, ナノ炭素試料を作製した. レーザー蒸発は, 1000 ℃で3%のH2を含有するAr ガスを 1 気圧で 100 sccm で流し、レーザーの出力 を4Wに設定して行った.作製したナノ炭素 試料の磁気測定の結果を図5に示す.図5(a) は、Fe 濃度を 0, 200, 400, 500 ppm として 作製したナノ炭素試料の磁化率の温度依存 性である(1000 ppm の試料については 500 ppm と同様な磁性を示すため割愛した). Fe 濃度が 400 ppm までは、大きな変化を確認 することはできないが、500 ppm では急激な 磁化率の増加を確認することができ, Fe 添加 の効果は急激に現れ、閾値があるものと思わ れる. このような傾向は,図 5(b) に示す 4.2 Kでの磁化曲線にも表れ,500 ppm になると 初めて強磁性的な振る舞いを示すようにな る. ただし, その飽和磁化は 0.1 emu・G/g で あり, 500 ppm の鉄粒子が偏析しているもの と解釈してもよい (bulk Fe の Ms~200 emu·G/g とすれば、500 ppm の Fe で 200 $\times 500 \times 10^{-6} = 0.1 \text{ emu} \cdot \text{G/g} \text{ } \text{cms}$



図 5. 鉄濃度を変化させて作製したナノ炭素試料の磁 気特性. (a) は磁化率の温度依存性を示し, (b) は 4.2 K での磁化曲線である. 試料作製条件は, 温度 1000 ℃, 圧力1気圧で3% H₂を含むAr バランス ガスを 100 sccm 流し, レーザー出力を4W に設定 した.

鉄濃度を 500 ppm まで上げると,鉄ナノ 粒子が偏析すると考えられるため,その濃度 を 400 ppm に設定し,レーザーパワーを最 大出力である 5.6 W まで上昇させ,作製温度 依存性を調べた.図 6(a),(b) にその結果を示 す.(a) は磁化率の温度依存性であり,(b) は 4.2 Kの磁化曲線である. レーザーパワーを 増加させることにより、1000 ℃の作製温度 でも磁性の増加を確認することができ、かつ、 磁化曲線も強磁性的な振る舞いを示してい る. レーザーパワーを増加させることで. レ ーザープルームの発生が促進され、試料成長 空間の温度が上昇しているものと推測でき る. つまり, 鉄原子(もしくはクラスター) が熱励起され,炭素ネットワークへの欠陥 (空孔) 導入が活性化されたとも考えること ができる. 一方, 図5に示す500 ppmの時 と同様に鉄ナノ粒子が偏析するということ も考えられるが、温度を1200 ℃まで上げる と、再び Fe 混入の効果が消失してしまうと いう結果も得られており(図 6 の 400 ppm T1200 参照),鉄ナノ粒子が偏析した結 果であると結論づけてしまうことはできな い



図 6. 鉄を 400 ppm 添加した炭素粉末で作製したナノ炭 素試料の磁気特性. (a) は磁化率の温度依存性, (b) は 4.2 K の磁化曲線である. 図中の試料記号末尾に付け られた数値は, 試料作製温度を示す. レーザーパワー は 5.6 W である.

炭素のネットワークに欠陥(空孔)を導入 するという目的に立脚して,磁性元素ではな い金を用いた実験も行った.金はナノチュー ブ成長用の触媒として働くことも知られて おり,鉄と同等の働きをするものと考えられ る.金の添加は塩化金酸を用い,塩酸処理を 施した原料炭素粉末に Au 濃度が 400 ppm になるように加えた.ナノ炭素粒子の作製は 鉄の場合と同様にして行い,温度を 1000 ℃ に設定し,5.6 W のレーザーパワーで蒸発さ せた.しかし,その結果は,金を添加しない 場合とほぼ同じであった.ただし,磁化率の 大きさから判断して,金を添加すると若干グ ラファイト化が進行しているものと思われ る.

(2) 平成 24 年度の研究成果

(2-1) パルスレーザー蒸発により作製した 泡状ナノ炭素粒子の磁性不純物測定

購入したままの炭素粉末を用いて,1) 作製 した泡状ナノ炭素(CNF)粒子と,購入した炭 素粉末を塩酸処理して金属不純物を取り去 った2)精製炭素粉末を用いて作製した CNF粒子に対して,ラザフォード後方散乱の 測定を行い,残留鉄濃度を見積もった.図7 にその実験結果を示す.図中最上段に示すよ うに参考試料としてテフロン膜の測定も行い, Fe が検出されないことも確認した.中段 と最下段のスペクトルはそれぞれ,前述の1) と2)の試料からのものであり,数100 ppm オーダーの鉄が検出されている.



図7. ラザフォード後方散乱による残留鉄濃度測定.上 段,中段,下段のスペクトルはそれぞれ,テフロン, 未精製炭素粉末より作製した2000年である. 左列のスペク トルは全領域を示し,右列は Fe に対する領域を拡大 したものである. 塩酸処理をした試料の方が Fe 濃度 が高くなっているが, Fe の信号が検出される領域で の S/N を考えれば, Fe/C 濃度の絶対値を議論する のは無理がある. さらに, He⁺ プローブの照射径は 約 1 mm φ であり,場所依存性は調べていない. 従って, 両方の試料とも数 100 ppm の Fe が含まれると判 断すればよい.

何れの場合も,作製した試料中に100 ppm レベルの磁性不純物が検出され,観察した CNFの磁性が覆い隠してしまうほどの量で ある.つまり,これまでに検出してきた CNF の強磁性的な振る舞いは,炭素のジグザグエ ッジに起因する本質的な磁性であるという ことはできず,磁性不純物に起因する可能性 が高いということがわかった.

(2-3) 銅箔上への超音波ミスト化学堆積 法によるグラフェンの作製と磁気測定

銅箔上へのグラフェン作製は、炭化水素系 の炭素源蒸気(または気体)を銅箔上で熱分解 し、分解された炭素原子が銅の中へ拡散する 現象を使う.900-1000 ℃ 程度の温度で銅の 中に拡散した炭素は、急激に温度を下げるこ とにより相分離を起こし、銅表面に析出して 行きグラフェンが形成される.炭素源として 用いられているガス、液体の代表的なものと して、メタン、アセチレン、エチルアルコー ル、メチルアルコールがあげられる.その他 にも、各種炭素を含む化合物を用いてグラフ ェンを作製した報告は多いが、本実験では、 メタノールを用い、ガス化する方法として超 音波を用いて液体をミスト化し反応空間に 導入する方法を開発し、用いた.本研究の基 本的な考えは、sp² 結合する炭素ネットワー クに欠陥を導入し、ジグザグエッジを多く有 する試料を作製することにある. 通常のグラ フェン作製では、できるだけ欠陥が少なくド メインサイズの大きな膜の成長を目指して いる.しかし、磁性炭素材料を目指したアプ ローチとしては、如何に多くの欠陥を導入し ながら, 膜構造を安定化させるかということ にある. 微量のヘテロ元素 (Fe, B, N 等) は, 炭素の sp² ネットワークに多くの原子欠陥を 作り、それらがつながり合うことによる細孔 形成を通じて, 膜中へのジグザグエッジ導入 が期待できる.このようなヘテロ原子源とし て,炭素源となる溶液に試薬を溶解して用い ることが簡単であるが、このまま気化すれば、 メタノール等の液体だけが蒸発し、グラフェ ン形成に寄与することになり、目的を達成で きない. そこで、ヘテロ原子源を含む溶液を そのままミスト化し、反応空間に導入できる 超音波ミストを適用することにした.

今回,グラフェン膜への欠陥導入としては, 非磁性元素である窒素を用いた.窒素は低濃 度領域では,炭素原子に置き代わり置換型へ テロ原子として sp²ネットワークの中に取り 込まれると考えられる.しかし,濃度を上げ ると,原子欠陥を伴い,ピリジン型,もしく はピロール型に配置され図8のようにグラフ ェン膜中に細孔構造が形成されると考えら れる.

具体的には、メチル化メラミン樹脂をメタ ノール中の 0.01-1 vol% の範囲で溶解させ た溶液をミスト化して欠陥構造を有するグ ラフェン膜を作製した.図8の様な細孔構造 を持つグラフェン膜では、通常のグラフェン 膜よりも表面抵抗率が大きくなることが容 易に予想でき、実験でもそのことを確認した.



図8. グラフェン膜中に原子空孔を伴って安定化され るピリジン形窒素(橙)とピロール型窒素(黄)の イラスト. 窒素原子の周りの細孔構造により,ジグ ザグエッジが現れ,ここの局在スピンが強磁性に寄 与する可能性がある.

磁気特性は、細孔が多く存在している可能 性が高い高濃度メラミン含有メタノール溶 液(0.5%メラミン)で作製した窒素ドープグ ラフェン膜を試料として用い、評価した.試 料は銅箔をエッチングし、除去したものを石 英基板上に転写して用いた.また、石英基板 のみの磁気測定も行い、注意深くバックグラ ウンド信号の補正を行った.試料は空気中で

取り扱い,長時間経過しているため,細孔部 分が水酸基,カルボキシ基等で終端され磁性 が消失している可能性がある.このため、ま ず,400 ℃の乾燥空気中で除酸化処理を行い, -OH. -COOH 等を除去すると共に、細孔部分 の拡張を行った試料を作製の磁気測定を行 った. さらにその後, 900 ℃の水素処理を行 い. ジグザグエッジの水素終端を行った試料 の磁気測定もあわせて行い、慎重に磁性を評 価した.図9に示されるように各種処理を行 っても磁気特性に顕著な変化は現れなかっ た. しかし、±3000 G 以下の低磁場領域で 微弱なヒステリシスに起因するものと思わ れる信号が検出されており、より高感度な磁 気測定手段である電子スピン共鳴を用いた 測定を行った.





電子スピン共鳴(ESR)の測定は、磁化曲線を測定した試料を用いて行った.図10に その結果を示す.この結果は、試料が強い磁性を持つことを示唆するものである.しかし、 試料を1ヶ月ほど空気中に放置すると、ESR 信号は検出されなくなった.慎重に再現性を 調べる必要があり、今後の課題である.



図 10. 窒素ドープグラフェン膜の ESR 信号の角度依存性. ESR は角度依存性を示すことがわかる. ただし,磁場を試料面に対して平行にかけた場合には ESR を検出できなかった.より低磁場側にシフトしてしまったことが考えられる.

(3) まとめと展望 Bandow, Superparamagnetic behavior of 本研究の中核となる磁性炭素に関する成 carbon nanofoam produced from iron free 果を、学会発表等で外部に発信することはで carbon powder, The 40th Fullerene きなかった.しかし,窒素ドープグラフェン Nanotubes General Symposium, March 8-10 膜の作製を通じて,明瞭なジグザグエッジ形 (2011), Nagoya, 2P-32. 成に寄与することができる細孔構造を有す $(\overline{5})$ S. Bandow, H. Asano, S.Muraki, T. Mizuno, るグラフェン膜の作製への足がかりを作る M. Jinno, S. Iijima, Room Temperature ことができた.ただし、実験を通じてグラフ Superparamagnetism observed in Foam-like ェン膜内に細孔構造が多数生じていること Carbon Nanomaterials, 2010 MRS Fall を確認した訳ではなく、更なる実験的な追及 Meeting, Nov. 29 - Dec. 3 (2010) Boston, が必要である.また、磁性に関しても検出さ MA USA, C6.3. れた信号は微弱であり,再現性を含めた信憑 (6)H. Asano, S. Muraki, T. Mizuno, M. Jinno, S. 性を確認して行かなければならない. Iijima, S. Bandow, Separation of pure carbon nanofoams and their superparamagnetism, The 39th Fullerene Nanotubes General 5. 主な発表論文等 (研究代表者、研究分担者及び連携研究者に Symposium, Sep. 5-7 (2010), Kyoto, 2P-32. は下線) 〔図書〕(計 0 件) 〔雑誌論文〕(計3件) ① M. Nakamura, T. Kawai, M. Irie, R. Yuge, S. 〔産業財産権〕 ○出願状況(計 0 件) Iijima, S. Bandow, M. Yudasaka, Graphite-Like Thin Sheets with Even-Numbered Layers, Carbon in press, 名称: http://dx.doi.org/10.1016/j.carbon.2013.05.0 発明者: 22, (2013), 査読有 権利者: 2 S. Bandow, H. Asano, S. Muraki, T. Mizuno, 種類: M. Jinno S. Iijima, Room Temperature 番号: Superparamagnetism observed in Foam-like 出願年月日: Carbon Nanomaterials, Mater. Res. Soc. 国内外の別: Symp. Proc. 1284, 93-98 (2011), 査読有 ③ H. Asano, S. Muraki, H. Endo, S. Bandow, S. ○取得状況(計 0 Iijima, Strong magnetism observed in carbon nano-particles produced by laser 名称: vaporization of carbon pellet in the hydrogen 発明者: containing Ar balance gas, J. Phys. Condens. 権利者: Matter 22 (33), 334209 (2010), 査読有 種類: 番号: 〔学会発表〕(計6件) 取得年月日: ① T. Mizuno, S. Bandow, Effects of etchant 国内外の別: synthesis and temperature on the sheet-resistivity of nitrogen doped graphene film, The 44th Fullerene Nanotubes [その他] Graphene General Symposium, March 11-13 ホームページ等 (2013), Tokyo, 3P-46. 該当なし 2 T. Mizuno, M. Takizawa, S. Bandow, Sheet resistivity for nitrogen doped graphene film grown on Cu foil by sonication mist CVD. 6. 研究組織 The 43rd Fullerene Nanotubes Graphene (1)研究代表者 General Symposium, Sep. 5-7 (2012), Sendai, 坂東 俊治 (BANDOW SHUNJI) 3P-17. 名城大学・理工学部・教授 ③ M. Jinno, T. Mizuno, H. Hayashi, S. Bandow, 研究者番号: 20231540 Magnetic behavior of carbon nanoparticles prepared from iron controlled carbon powder (2)研究分担者 by laser ablation, The 41st Fullerene (Nanotubes Graphene General Symposium, 研究者番号: Sep. 5-7 (2011), Tokyo, 3P-29. ④ M. Jinno, H. Asano, T. Mizuno, S. Iijima, S.

件)

)