高速飛翔する複合材料粒子の衝突による塑性変形を

利用したナノコンポジットの合成

東京工業大学 工学院 機械系 准教授 赤坂 大樹 (平成 26 年度 一般研究開発助成 AF-2014022)

キーワード:コールドスプレー, 塑性変形, ナノ粒子

1. 研究の目的と背景

高強度な炭素繊維を樹脂等の有機材料中に含有し,特 に材料強度を向上させた材料である繊維強化樹脂は航空 機等の多くの産業に応用されている.これら,実用レベル にある繊維強化樹脂は繊維を規則的に並べて後に樹脂を 流し込み複合材料を形成する.一方で極めて小さいカー ボンナノチューブなどのナノ繊維を従来の炭素繊維の代 わりに用いた複合材料合成には本手法が適用できない. そのため樹脂とナノ繊維を混練後に型に流し込んだり, 混練後のペレットを射出成形する等の複合材料の合成の 検討がなされてきた¹⁾.これら手法によって得た複合材料 は前述の炭素繊維強化樹脂と異なり,ナノ繊維の方向を 制御できず,このためナノ繊維の持つMPaオーダの強度を 複合材料に付与できていない.

粉体を超音速の不活性ガスに載せて基材となる物質上 に衝突・積層させて3次元形生物を得る技術として図1 に示すコールドスプレー法がある^{2,3)}.高圧の作動ガスが 超音速ノズルで加速され、この超音速流に粒子を載せ、基 材上に衝突させることで粒子は塑性変形を起こしながら 堆積していき、数mm~cmの厚い膜をコーティングする高 速厚膜堆積法である.超音速で飛翔し、基材に衝突した粉 体はその速度が臨界速度に達すると粒子自体が塑性変型 し、粒子が臨界速度を超えた時、基材上に堆積する.飛翔 速度が速すぎると図2の様に基材を孔食し、遅過ぎると粒 子が塑性変形せずに弾かれる²⁾.臨界速度は300~1200 m/s で粒子持つ運動エネルギーによって衝突時に粒子が



塑性変形して基材上に堆積物を形成する.現在までに金属を中心に応用されており,飛翔粒子温度は材料の融点 または軟化温度よりも低く,組織変化や膜形成における 酸化・熱分解等も起こりにくい上,付着効率も90%以上 と高い.このため純金属や合金等の単一材料に適用され ている.本研究では本手法を複合材料の形成に展開する.



図 2 コールト・スフ・レー法での粒子速度と付着の関係 2)

これ迄のナノ繊維を含む複合材料の作製では混練等の 複合材料の原料合成が必要であったが,本手法では極めて 簡易に混合が可能と考えられる.即ち、樹脂粉体とナノ繊 維を単純機械混合し, 原料として用い, これを高速に飛翔 させる事で複合材料が得られる可能性がある.更にナノ繊 維を含む樹脂粒子を本コールドスプレー法の原料として 用いた時,凝集しているナノ粒子が混合物質内にあったと しても、コールドスプレーに用いられるラバルノズルの生 み出す, 流体内の圧力勾配により, 凝集が解かれると考え られる.更に,音速の気体の流れ場中のナノ繊維は流れ場 方向と平行に移動していくと考えられる. 更に樹脂が基材 に堆積する際に、樹脂を半溶融しておく事でナノ粒子はこ の半溶融面に突き刺すことができると期待できる.この時, 衝突させる基材を図3の様に気体の流動方向に対し, 傾け ることで樹脂中のナノ繊維の配向が一定の方向に配向し た材料が得られると期待できる.

本研究はコールドスプレー技術を用い,ナノ繊維を含む 材料粒子の衝突よる塑性変形を利用し,ナノ繊維の方向 が配向しているナノ繊維複合材料を実現することを目的 としている.ナノ繊維を樹脂の混合粉体を超音速に加速 し,200 ℃程度で半溶融させて,音速の気体の流れにより 飛翔中にナノ繊維の方向を均一化し,本粒子を傾けた基 材上に衝突させて樹脂中のナノ繊維の方向を均一化する ことを試みる.



2. 実験方法

2・1 実験装置の概要

複合材料膜を製作するための CS 装置は DYMET 423 を改 良した Advanced Cold Gas System (スタータック社製)を 用いた.装置の模式図を図4に示す.粒子の加速に用い る作動ガスには、空気を用いた.装置に導入するガスの圧 力は 0.4~0.64 MPa とした. ヒータによって約 470~570 K に加熱されて,作動ガス加速器に送られ,加速器上流のチ ャンバ内部で整流されたガスはスロートと呼ばれる,ノズ ルの中で最も直径が小さく,細い箇所へと送られる.一方, 膜の材料となる粒子はパウダーフィーダから一定量ずつ スロートへ供給され,原料粒子はスロート部の負圧によっ てノズル内部に引き込まれる.ノズルは末広がり状の形状 をしており、ノズル出口に近づくにつれ作動ガスの圧力は 低下し、作動ガスの流速は加速される. 膜の原料となる粒 子はノズル内で流れ方向に加速し, 基板に音速以上の速度 で衝突, 基板上に堆積させた. 作動ガス加速装置はロボッ トアームにより保持されており、これを一定のストローク で往復させて連続的に膜を作製した.



2·2 原材料の調整

カーボンナノチューブには Vapor Growth Nano Fiber (VGNF:昭和電工製)を用いた.樹脂には平均粒径約20µm Polyethylene(PE: SK-PE-20)および平均粒径約170µm のフローセン VF20S(住友精化製)を用いた.基板には Polypropylene(PP)とナノポーラス構造を持つアルミニウ ム基板を用いた.表面積を増加させるために PP 基板表面 は#46 のアルミナ粒子でサンドブラストにより処理した. ナノポーラス構造を持つアルミニウム基板には Nano Molding Technology (NMT) 基板(大成プラス製)を用いた. ナノポーラス基板表面には直径約 50 nm, 深さ約 100 nm のポーラス構造が形成され,この空孔に樹脂が入り込むこ とにより基板と膜の密着力を得た. PE 粒子と CNT を計量 後,コーヒーミルにより約 10 秒攪拌し,混合粒子を得た. CNT の混合比は 9.1 wt.%とした.

3. 実験成果

3・1 作製した試料の外観と構成物質の特定

図 5(a)に作製した PE-CNT 複合材料膜の外観を示す.中 央の黒色部が PE-CNT 複合材料膜で,その上下の灰色部が PP 基板である.膜の3点の厚さは左部よりそれぞれ980, 720,970 µm で,平均厚さは約900 µm であった.以上の 事から,CS 法を用いて PP 基板上に PE-CNT 複合材料膜を 作製出来ることが示された.図5(b)にアルミニウム NMT 基板上に堆積させた PE-CNT 複合材料膜の外観を示す.中 央に見える黒色部が PE-CNT 複合材料膜で,灰色部がナノ ポーラス基板である.3点の厚さは左部より212,176,306 µm であり,平均厚さは約230 µm であった.



図5 作製した PE-CNT 複合材料厚膜外観, 基板: (a) PP, (b) AI

作製した試料を、ラマン分光分析を用いて評価した.図 6に示すラマンスペクトルはそれぞれ、(a) PP 基板上に 作製した PE-CNT 複合材料膜表面、(b) NMT 基板上に作製 した PE-CNT 複合材料膜表面、(c) PE 粒子と CNT の混合物、 (d) PE 粒子、(e) PP 基板表面、(f) CNT のラマンスペク トルである.各スペクトルより、図 6(a)、(b)、(c)で、(d) の PE に特徴的な 2930 と 2860 cm⁻¹付近のピークと(f)の 1590、2700 cm⁻¹付近の CNT に特徴的な D、G、G' バンドの ピークがそれぞれ顕著に観察できた.一方で 3000 cm⁻¹付 近の PP に特有な 3 つのピークは膜表面のラマンスペクト ルから得られない.以上より、作製した厚膜は PE と CNT のみから構成されている事が示された.

TGA を用いて導入された CNT の濃度を評価した所, 膜中の CNT は 3.3 wt.%であった.この結果, 混合粒子中の CNT のうち 35 wt.%が複合材料膜中に含有する事が示された.



3・2 作製した試料の微細構造

図7に作製した膜表面のSEM像を示す.PP基板上に作 製したPE-CNT 膜表面のSEM像を図7(a),表面にナノポ ーラス構造を持つアルミニウム基板上に作製したPE-CNT 複合材料膜表面のSEM像を図7(b)に示す.図7の灰色部 がPEで,白い繊維状の物がCNTである.これらより,PE 粒子表面は作動ガスの熱により融解され,互いに結合して いることが示された.図7(a)では,PE粒子がほぼ全域で 溶けている.図7(b)の像では粒子の形状が残り,粒子 表面のみ溶けて互いに結合している.

3・3 基板チルトによる CNT の配向方向のコントロール

PE-CNT 複合材料膜中の CNT を一方向に配向させるため, ノズルと基板の角度を変化させながら膜を作製した.基板 の傾きは基板とノズルが垂直となる角度に対して 0°, 5°, 10°とし,それぞれのサンプルの外観を図 8(a)~(c)に,



図7作製した膜表面の SEM 像 (a) PP 上, (b) NMT 上



図8基板チルトさせた試料の外観と断面の SEM 像

断面の SEM 像を(d)~(f)に示す.サンプル同士を比較する ため、スキャン回数を 2 回に統一し平均厚さは約 20 μm に揃えた. 基板を傾けていないサンプルと傾けたサンプル の SEM 像を比較すると、基板を傾けたサンプルの方は CNT の配向方向が一方向に揃っている.

図8のPE-CNT 膜の断面 SEM 像に写るカーボンナノチュ ーブ向きを1本ずつ調べ配向方向の確率密度を調べた結 果を図9に示す.分布図中破線矢印は,基板の向きを90° としたときのノズルの角度である.基板の角度が0°の膜 中のCNT は垂直方向に配向しているが、5°,10°と傾け るにつれ約50°方向に強く配向していることが示された. これはノズル流れ中で配向しているCNT が融解している PE に潜り込むようにして内包されたことにより,本結果 が得られたものと考えられる



4. 結論

PEとCNTの混合粉体より,CS法により平均厚さ約900 µm の PE-CNT 複合材料を PP 基板上に,同様に約200 µm の膜 をナノポーラス基板上に得られることを示した. 膜中には 原料投入量の約30%の CNT が導入できることが示された. 更にノズルと基板の角度をコントロールすることで膜内 部の CNT の配向方向が揃う傾向があることが示された.

謝 辞

本研究は天田財団による助成により実施した.更に,NMT 基板を大成プラス株式会社より提供いただき,また装置を スタータック株式会社より借用させて頂いた.本研究への これらの関係各位のご協力に深く,謝意を申し上げる.

参考文献

- Kazuki Enomoto, Shu Fujiwara, Toshiyuki Yasuhara, Hiroya Murakami, Junichi Terakil and Naoto Ohtake: Japanese J. Appl. Physics, 44(2005)24.
- 2) 榊和彦, 溶射学会 47 (2010) 113.
- 3) 榊和彦, 新しい溶射法コールドスプレーの現状と課題, 表面技術 63(2012)541.