# 遊星ボールミルを用いた機能分離型のコアシェル構造を有する 樹脂微粒子の作製と耐熱性の評価

永井孝, 綿野 哲\*

# Preparation of Resin Particles with Core-Shell Structure Using a Planetary Ball Mill and Evaluation of Heat Resistance Property

Takashi Nagai and Satoru Watano\*

Received 22 April 2024; Accepted 20 August 2024

In this study, core-shell type particles with a membrane-like shell layer were prepared using a planetary ball mill. Tg = 63 °C particles (8.7 µm) and Tg = 32 °C particles (7.4 µm) containing a low melting point material were used for the core particles, and water suspension of acrylic particles (150 nm) were used for the shell material. Cross-sectional observation showed a membrane-like shell layer with no visible interfaces was produced on the core surface. This is because the shell particles uniformly adhered to the core particle surface, followed by the close packing and deformation due to the capillary force and curing during the vacuum drying. When the processed particles were heated in an oven at the temperature of the Tg of processed particles, no thermal aggregation and seepage of the low melting point material were observed. It was found that the shell layer effectively protected the core particles.

Keywords: Planetary ball mill, Core-shell, Suspension of shell particles, Function separation, Filmed shell layer.

#### 1. 緒 言

近年、温室効果ガスの排出量削減のため、電気、ガス の使用量を削減する省エネルギー化,廃棄物の削減,リ サイクル率の向上など環境問題への取り組みが急速に進 んでいる。粉体に関する分野においても環境問題への取 り組みは積極的に行われている。その一つに電子写真方 式の複合機やレーザープリンターで使用するトナーがあ る[1]。電子写真方式は、紙に転写したトナーを 200°C 以 下の温度で紙に熱定着する必要がある。熱定着する工程 は、機器が消費する電力の60~80%を占めるとされてい る。熱定着の設定温度を低く設定してプリントできる低 温定着が可能になれば、大幅に消費電力を削減すること ができる。定着温度設定を低く設定してトナーを紙に定 着させるためには、トナーの主成分である熱可塑性の結 着樹脂のTg(ガラス転移温度)を低くし、低溶融粘度に すると同時に、紙に転写したトナーを定着装置から離型 する役割を持つ低融点材料[2]を含有させる必要がある。 しかし, 耐熱性が低下するため, 輸送中に高温になるよ うな状況下では凝集が発生する。また、樹脂強度も低下

するために,複合機やプリンタ内部の画像を形成する装置内の攪拌で生じる剪断力や粒子同士の衝突により粉砕や粉化が生じるために,微粉が発生して粒子径分布がブロードになり,低融点材料を含有する粒子は内部から低融点材料が染み出して粒子の凝集が発生し,画像品質が低下するなどの問題が生じる。これらの問題を解決する方法としてトナー粒子のコアシェル構造(以下,コアシェル粒子)化がある。シェル層に高Tgの高強度樹脂を用いて,低溶融粘度の低Tgのコア粒子を熱や剪断力などからコア粒子を保護する機能を持たせるためである。

コアシェル粒子の作製方法は多数報告されており,化 学的方法,乾式法,噴霧乾燥法がある。

化学的方法は化学反応を利用しており,懸濁重合法 [3],界面重合法[4]および乳化凝集法がある[5]がある。乾 式法は,処理装置内にコア粒子とシェル粒子を投入し, 装置内で強力な衝撃力や剪断力などの機械的外力を粒子 に作用させ、コア粒子表面にシェル粒子を均一に付着・ 固定させて複合化する方法である[6-8]。噴霧乾燥法を用 いた複合化は、回転式流動層を用いてコア粒子にシェル になる材料を噴霧してシェル層を形成する方法[9]や,乾 式法で使用する装置を使用し、コア粒子にシェル粒子の サスペンションを噴霧する方法[10]がある。

ここで、本研究はトナーのコアシェル粒子化への展開 も考慮しているため、トナーに関連する研究状況を調査 した。1980年代後半から 1990年代前半は、粉砕方式に

大阪公立大学大学院 工学研究科 化学工学分野

<sup>(〒 599-8531</sup> 大阪府堺市中区学園町 1-1)

Department of Chemical Engineering, Osaka Metropolitan University (1-1 Gakuen-cho, Naka-ku, Sakai, Osaka 599-8531, Japan)

<sup>\*</sup> Corresponding Author watano@omu.ac.jp

Table 1	Core	particle	properties
---------	------	----------	------------

Sample	Polyester resin Tg [°C]	Polyester resin ratio [%]	Low melting point componets ratio [%]	Particle size [µm]
$Tg = 63^{\circ}C$ Core particle	63	100	0	8.7
$Tg = 32^{\circ}C$ Core particle	32	90	10	7.4

より作製したトナーをコア粒子として、乾粉のシェル粒 子を乾式法によりコアシェル粒子化する報告が見られた が[11,12]、粒子表面、形状および帯電性などの機能性の 向上を報告するものであり、シェル層の状態に触れたも のは見られなかった。また、昨今の低温定着への対応に 必要になる,低 Tg の樹脂強度が低い粒子をコア粒子に 用いた場合, 乾式法は装置の機械的外力による粉砕や, 装置内のローターや壁面に付着や融着が発生し、処理が できない場合が想定される。1990年代後半からは、複合 機やレーザープリンターの低消費電力化が重要視される ようになり、低温定着を可能にするために、湿式法(水 中)で作製するケミカルトナー[13]と一般的に称される コアシェル化したトナーの作製方法の報告が多く見られ た[14]。ケミカルトナーの利点は、コア粒子に低 Tg,低 溶融粘度化した樹脂材料を使用することができ、粉砕方 式で作製するトナーでは限界がある低融点材料の含有量 を増やすことも可能になり、シェル層でコア粒子を熱や 剪断力から保護することで低温定着と耐熱性の両立を可 能にしている。ケミカルトナーの例として、乳化凝集法 がある[15]。コア粒子は乳化重合により作製したサブミ クロンサイズの樹脂粒子を凝集して作製し、コア粒子の 液中にシェル材料を投入して付着、合一によりシェル層 を形成させ、洗浄、乾燥してコアシェル粒子を作製する 方法であり、形成されたシェル層は膜状化しているとし た報告がある[15]。複合機やレーザープリンターの低消 費電力化に有効なケミカルトナーであるが、その製造過 程では粒子表面の不純物を洗浄するために大量の洗浄水 を使用し、また、排水処理が必要であるため、環境への 負荷という観点において課題があり、また処理工程も多 いと思われる。

本研究では、化学的手法を使用する湿式法ではなく、 コア粒子より Tg が高いシェル粒子のサスペンションを 用いて、乾式、湿式の両方式で異種粒子の複合化が可能 であり[16,17]、複合化により緻密に膜状化したシェル層 を形成することが期待できる遊星ボールミル[18]を使用 して、コアシェル粒子の作製を検討した。また、乾式法 ではコアシェル粒子化できない可能性がある、低強度の コア粒子のコアシェル粒子化についても検討した。

本報では,機能分離型のコアシェル型粒子の作製方法 と,作製した粒子の耐熱性を評価した結果を報告する。

#### 2. 実験方法

#### 2.1 コア粒子およびシェル材料

コア粒子は、主構成成分であるポリエステル樹脂のみ および樹脂を結着材料として低融点材料を混合して加熱



Fig. 1 SEM image of shell particles

溶融後, 微粉砕, 微小粒子および粗大粒子を排除する分 級を行い, 体積平均粒子径 8.7 µm と 7.4 µm の試作品の 粒子を用いた[19]。ポリエステル樹脂はポリアルコール と芳香環を有する多価カルボン酸を脱水縮合させたもの であり[19], Tg = 63°C と Tg = 32°C の樹脂強度の異なる 2 種類の試作品を用いた。低融点材料は,紙に転写した トナーを定着装置から離型する役割を持つ材料である。 長鎖脂肪酸と脂肪族アルコールがエステル結合した脂肪 族化合物であり[2],溶融開始温度を 40°C にした試作品 を用いた。コア粒子サンプルの物性を Table 1 に示す。 以下, Tg = 63°C, Tg = 32°C の樹脂を用いたコア粒子を それぞれ Tg = 63°C コア粒子, Tg = 32°C コア粒子とする。

シェル粒子は  $T_g = 128^{\circ}$ C, 粒子径が 150 nm の非架橋ア クリル樹脂粒子(綜研化学社製 MP-1441)を用いた。Fig. 1 にシェル粒子の SEM 観察結果を示す。凝集しているこ とが確認できる。シェル材料は、ドデシルベンゼンスル ホン酸ナトリウムの濃度を 2 mass%に調整したイオン交 換水にシェル粒子を分散させて、濃度を 5.0 mass%に調 整したサスペンションを用いた。

#### 2.2 処理装置および処理条件

処理フロー図を Fig. 2 に示す。処理装置は、遊星ボー ルミル(FRITSCH 社製 PL7型、公転自転比=1:-2)を 使用し、メノウ製の内容量が45 mLのミルポットにコア 粒子 4.0 g とサスペンション 2.0 g および直径 2 mm のジ ルコニアビーズ 35 g を投入し、公転回転数(以下、回転 数とする)を 100 rpm、500 rpm に設定し、それぞれ最大 30 分まで室温で処理した(以下、ボールミル処理とす る)。ボールミル処理後、ミルポットから処理した試料 を、目開き1 mmの篩上に取り出した後、乾燥した。乾 燥は、Tg= 32°C コア粒子を用いて処理したものはTg以 上の温度に加熱にした場合、熱凝集する可能性があるた め、加熱乾燥はせず、真空乾燥器(石井理化機器製作所



Fig. 2 Processing flow

製 真空検体乾燥器 HD-15 型)を用いて,温度は 25℃, ゲージ圧-0.1 MPa で 12 時間行った。乾燥後,篩を振動 させて,ジルコニアビーズを取り除いたものを評価に用 いた。

#### 2.3 コアシェル粒子の評価

ボールミル処理した粒子の物性は,粒子径測定,粒子 表面および断面の観察,組成分析,熱特性の測定および 耐熱性の評価を行った。

粒子径測定は、レーザー回折・散乱式粒子径分布測定 装置(島津製作所社製 SALD-2100型)を用い、イオン交 換水に測定する粒子投入して測定装置の適正濃度に合わ せた後、回分セルを用いて湿式測定を行った。評価には 体積平均粒子径を使用した。

表面および断面の観察は SEM (日立ハイテクノロジー 社製 Electronic Microscope SU3500 型)を使用した。断面 観察はイオンミリング装置(日立製作所社製 IM400 型) を使用して作製したものを用いた。

組成分析は FT-IR (PerkinElmer 社製 Spectrum One 型) を使用し、透過法 (KBr 法) により測定した。

熱特性の評価は DSC(日立ハイテクサイエンス社製 EXTAR DSC7020 型)を使用して  $T_g$  を測定した。測定は アルミパンに試料をセットし、測定温度範囲は  $T_g = 63$ °C コア粒子は 30~150°C,  $T_g = 32$ °C コア粒子は–20~160°C とし、昇温温度は 10/min で行った。 $T_g$  は熱量のベース ラインと低下ラインに接線を引き、接線の交点を  $T_g$ に 設定した。

ベースラインの接線は *Tg* = 63°C コア粒子は 45~60°C 付近, *Tg* = 32°C コア粒子は 0~50°C 付近に,低下ライ ンの接線は *Tg* = 63°C コア粒子は 60~70°C 付近, *Tg* = 32°C コア粒子は 50~70°C 付近に設定した。

耐熱性の評価は、粉体の流動性を表現する R. L. Carr により提唱された流動性指数[20]を採用するセイシン企



Fig. 3 Temporal change in particle size

業社製多機能型粉体物性測定器 1001K 型[21]を用い,流 動性指数の算出するための項目である,安息角,圧縮度, スパチュラ角,凝集度または均一度から,凝集度の測定 方法および計算方法を引用して行った。測定にはボール ミル処理粒子の,それぞれの Tg レベルに温度設定した オーブンに処理前後の試料を静置し1時間加熱して取り 出した後,室温に3時間以上静置したものを試料に用い た。測定および凝集度の計算は,測定装置の凝集度の測 定方法に準拠し,篩は上段から順に,1段目は目開き 355 µm,2段目は255 µm,3段目は75 µm の組み合わせ を選択し,最上段に蓋,最下段に受け皿を重ねた篩セッ トを使用した。1段目の篩上に試料1gを投入した篩セッ トを測定器に篩セット設置し,振動時間は5分に設定し て行った。凝集度の計算は Eq.(1)により求めた。

$$C_{\rm h} = (5 \times W_1 + 3 \times W_2 + W_3) \times 20/W \tag{1}$$

式中の $C_h$ は凝集度[mass%], Wは1段目の篩に投入した試料の質量[g],  $W_1$ ,  $W_2$ ,  $W_3$ はそれぞれ振動後の1段 目,2段目,3段目篩上に存在する質量[g]を示す項である。計測器の凝集度測定は, $W_1$ ,  $W_2$ ,  $W_3$ の質量は,粉体の凝集特性を示しており,凝集度が高い粉体は, $W_1$ に多く残留し,凝集度が低い粉体 $W_2 W_3$ に分離される。凝集度の計算は $W_1$ ,  $W_2$ ,  $W_3$ に重み付け係数がかけられており, $W_1$ がもっとも重要視され,係数に5, $W_2$ ,  $W_3$ のそれぞれに3,1がかけられ,凝集度 $C_h$ [21]を求めている。

#### 3. 実験結果および考察

#### 3.1 遊星ボールミルの処理条件と粒子径の関係

ボールミル処理の回転数を 100 rpm と 500 rpm に設定 した時の粒子径の経時変化を Fig. 3 に示す。 $Tg = 63^{\circ}$ C コ ア粒子は 100 rpm, 500 rpm において, 20 分まで粒子径は 増加したが, 20 分以降は減少する傾向を示した。Tg =32°C コア粒子は, 100 rpm, 500 rpm において 10 分まで 粒子径は増加するが, 20 分以降は減少した。 $Tg = 63^{\circ}$ C コア粒子と比較すると粒子径が減少する時間が短くなっ ており,処理時間 10 分における粒子径は 500 rpm より 100 rpm のほうが大粒子径化した。



Fig. 4 Temporal change in  $Tg = 63^{\circ}$ C core particle size distribution



**Fig. 5** Temporal change in  $Tg = 32^{\circ}$ C core particle distribution

**Fig. 4** に  $T_g = 63^{\circ}$ C コア粒子を用い、100 rpm、500 rpm で 10 分から 30 分までボールミル処理した時の粒子径分 布を示す。(a) の 100 rpm では 10 分から 30 分で 8~ 10 µm の平均粒子径付近の割合がコア粒子より増加し、 分布がシャープになったが、30 分はコア粒子と同等の分 布を示した。(b) の 500 rpm では、10 分、20 分はコア粒 子と同等の分布を示したが、30 分は 8~10 µm の平均粒 子径付近の割合が減少し、5 µm 以下の小粒子径割合の増 加し分布がブロード化した。

**Fig. 5** に  $Tg = 32^{\circ}$ C コア粒子を用い, 100 rpm, 500 rpm で 10 分から 30 分までボールミル処理した時の粒子径分 布を示す。(a) の 100 rpm は 10 分はコアとシェル粒子の 複合化によると考えられる 11 µm 以上の大粒子径と 7~ 9 µm の平均粒子径付近の割合がコア粒子より増加した。 20 分および 30 分は粉砕によると考えられる 11 µm 以上 の大粒子径割合の減少がみられ, 20 分は 7~9 µm の平均 粒子径付近の割合が増加したが, 5 µm 以下の小粒子径割 合はコア粒子と同等の分布であった。(b) の 500 rpm で は, 10 分, 20 分, 30 分は粉砕によると考えられる 11 µm 以上の大粒子径割合がコア粒子より減少し, 平均 粒子径付近の割合はコア粒子より増加し, 30 分はコア粒 子より 5 µm 以下の小粒子径割合が増加して粒子径分布 はブロード化した。 $Tg = 63^{\circ}$ C コア粒子の処理では処理回



Fig. 6 Change ratio of under 5.47 µm particles after processing compared to unprocessed particles

転数の差による粒子径分布の変化は少ない傾向にあるが、  $Tg = 32^{\circ}$ Cコア粒子は粒子強度が弱いために粉砕が起こる と考えられ、 $Tg = 63^{\circ}$ Cコア粒子より粒子径分布の変化は 大きくなった。

Fig. 6 に, 粉砕により変化が生じたと考えられる粒子 径分布の小粒子径部である計測器の測定レンジ 5.47 μm 以下の粒子割合(ボールミル処理後の 5.47 μm 以下の粒 子割合とコア粒子の粒子径 5.47 μm 以下の粒子割合の差 分)の変化の経時変化を示す。 $T_g = 63^{\circ}$ Cコア粒子を用いた100 rpmでは、処理時間10分にかけて粒子割合が低下し、20分まで変化はないが、30分後はコア粒子と同レベルの割合を示し、500 rpmでは、処理時間10分にかけて粒子割合は減少し、20分以降は増加して30分ではコア粒子より小粒子径の割合が高くなった。 $T_g = 32^{\circ}$ Cコア粒子を用いたものは100 rpmでは処理時間10分にかけて粒子割合は減少した後、20分まで微減少し、30分後はコア粒子の小粒子径の割合付近まで増加した。500 rpmでは10分にかけて粒子割合は減少し、20分以降増加し、30分で大幅に増加していた。

処理に使用した遊星ボールミルは、異種粒子の複合化 を可能にするとともに、強力な粉砕能力を有する装置で ある。Fig. 4, Fig. 5 の粒子径分布の変化および Fig. 6 の 5.47 µm 以下の粒子割合の結果から、処理回転数は Tg= 63°C コア粒子, Tg = 32°C コア粒子ともに 500 rpm 処理 は機械的外力の増大による粉砕により 5.47 µm 以下の割 合は増加すると考えられ、処理時間は Tg = 63℃ コア粒 子は 20 分まで, Tg = 32°C コア粒子は 10 分まで, 遊星 ボールミルの機械的外力は、コア粒子とシェル粒子の複 合化(コアシェル粒子化)に作用し、粒子径が増加した と考えられる。しかし、 複合化が完了し、 粒子径が最大 値を示した以降は、樹脂強度が低い Tg = 32℃ コア粒子 の 5.47 µm 以下の割合が大幅に増加したことから、機械 的外力は複合化した粒子の粉砕に作用したと考えられる。 コアシェル粒子の作製は粉砕が発生する前の複合化が進 行している処理時間に設定する必要がある。

ボールミル処理した粒子の評価は、回転数を 100 rpm とし、処理時間は  $Tg = 63^{\circ}$ C コア粒子は 20 分、 $Tg = 32^{\circ}$ C コア粒子は 10 分に設定して作製したものを用いた。

## 3.2 表面および断面の観察結果

**Fig. 7** に  $T_g = 63^{\circ}$ C および  $32^{\circ}$ C コア粒子を用いてボー ルミル処理した粒子表面の SEM 観察結果を示す。A は  $T_g = 63^{\circ}$ C コア粒子, B は  $T_g = 32^{\circ}$ C コア粒子であり (a) および (c) は未処理のコア粒子, (b) および (d) は処理後 である。処理後の粒子は A の  $T_g = 63^{\circ}$ C コア粒子, B の  $T_g = 32^{\circ}$ C コア粒子ともに未処理のコア粒子より表面が平 滑化され,形状は球形化している。

Fig. 8 に断面の観察結果を示す。コア粒子表面にシェ ル層が形成されていることが認められた。コア粒子表面 とシェル層の界面には変形したシェル粒子が認められ、 シェル層の下層から上層にかけて粒子形状は認められな くなり、シェル粒子同士の接触界面が認められないレベ ルにまで膜状化していた。

#### 3.3 コア粒子とシェル粒子の付着状態

本研究では、シェル材料にサスペンションを用いた。 シェル粒子は乾粉状態において凝集しているため、凝集 がなく、液架橋付着力によりシェル粒子を均一にコア粒 子に付着させるためである。サスペンションの効果を確 認するために、 $Tg = 63^{\circ}$ Cコア粒子を 4.0 g、乾粉のシェ ル粒子をコア粒子に対して 5.0 mass%投入し、100 rpm で 処理したものを作製し、表面状態の比較を行った。Fig.



Fig. 7 SEM image of (a)  $Tg = 63^{\circ}$ C core particle and (b) Processed particle.



Fig. 8 SEM image of cross section of particle after processing

9 に処理時間による粒子表面の経時変化を SEM で観察し た結果を示す。A はサスペンション, B は乾粉のシェル 粒子を用いたものである。A のサスペンションを用いた ものは,処理開始から 100 rpm に達した 15 秒後はシェル 粒子がコア粒子表面に凝集なく拡散して付着し, 10 分後 は一部にシェル粒子が認められる以外,表面は平滑化し, 20 分後は平滑になっている。一方, B の乾粉のシェル粒 子は 15 秒後はシュル粒子の凝集が多く見られ,コア粒子 表面に塊状で付着している。10 分から 20 分にかけて凝 集は減少し,表面のシェル粒子も減少している。20 分の 30 k 倍の粒子表面は,コア粒子にシェル粒子が埋め込ま れた部分と,表面に残っていることが確認できた。

乾粉のシェル粒子を用いて処理した時のFig.9の結果 から,乾粉シェル粒子がコア粒子に付着した時の付着状 態を考察した。プロセスイメージ図をFig.10に示す。(a) 処理開始初期は、シェル粒子の凝集がコアに付着および 周辺に存在した状態にあり、(b)処理中にシェル粒子の凝 集は解砕されて減少し、付着した粒はコア粒子表面に付 着、埋め込みが生じる。(c)処理後は解砕されたシェル粒 子がコア粒子表面に埋め込まれ (Fig.10(c)においてコア 粒子の輪郭線を白線で示した)、SEM 観察された表面の 埋め込まれた粒子の形状から、シェル粒子の変形はない と考えられる。埋め込まれていない粒子は1次粒子ある



Fig. 9 Temporal change in Shell Particle adhesion state on core particle surface



Fig. 11 Process image of core-shell particle formation where shell layer becomes film

いは凝集状態で表面に付着する。シェル粒子の付着量は, 密閉容器内の処理であるため投入材料の損失はないが, 乾燥後において,乾燥したシェル粒子を用いて処理した ものは,評価用試料の作製時などにおいて,表面に付着 していた粒子が脱離して減少する可能性はあると考えら れる。

Fig. 7, Fig. 8 および Fig. 9 の SEM 観察の結果より,サ スペンションを用いたシェル層の形成について,コア粒 子表面へシェル粒子の付着開始から, 膜状化するまでの プロセスを考察した。プロセスイメージ図を Fig. 11 に示 す。(a) はミルポットにコア粒子とサスペンションを投入 した状態を示し,コア粒子の表面近傍に,シェル粒子は 1 次粒子の状態で不規則に存在する。ボールミル処理開



Fig. 12 FT-IR spectrum of (a) Core particles, (b) Shell particle and (c) After processing particles.

始後は、(b)に示すように、コア粒子表面にシェル粒子の 均一な付着が始まり、付着したシェル粒子は層状に重なっ た状態になる。その後、層状に付着したシェル粒子は(c) に示すように、コア粒子表面に均一に配列して、最密充 填した状態になり[22]、(d)に示すように、処理装置の機 械的外力により、シェル粒子の変形が起こり、最密充填 と変形か進行し、シェル粒子は連続化してシェル層を形 成する[23]。ボールミル処理後の真空乾燥工程において、 サスペンションが含有する水分が毛管力[24]により、シェ ル層表面から拡散されて(e)に示すようにシェル粒子間 の界面が確認できないくらいに細密充填した膜状化が起 こり[10]、毛管圧によるパッキングによるキュアリング により表面は平滑になり、高密度に膜状化したシェル層 を有するコアシェル粒子が作製されると考えている。

#### 3.4 コアシェル型粒子の組成分析と耐熱性評価

**Fig. 12** に  $Tg = 63^{\circ}$ C コア粒子を用いて、ボールミル処理した粒子の FT-IR による組成分析結果を示す。分析結果より、820 cm<sup>-1</sup> にコア粒子のポリエステル樹脂に起因する芳香族 C-H のピークが認められた。1145 cm<sup>-1</sup> にエ



Fig. 13 Tg measurement results by DSC of  $Tg = 63^{\circ}$ C core Particle



Fig. 14 Tg measurement results by DSC of  $Tg = 32^{\circ}$ C core Particle

ステル C-O 伸縮および 1725 cm<sup>-1</sup> にエステル C=O 伸縮の ピークが認められた。これらはアクリル樹脂粒子である シェル粒子に起因するピークである。シェル粒子は芳香 環を構造中に持たないため、ボールミル処理した粒子は、 コア粒子と、シェル粒子両方のスペクトルを有すること が確認できた。

Fig. 13 に Tg = 63.0°C コア粒子をボールミル処理した 粒子, Fig. 14 に Tg = 32.0°C コア粒子を処理した粒子の DSC による, Tg 測定した時のチャート図を示す。熱量 のベースと低下ラインの接線の交点である Tg 測定結果 の比較を Table 2 に示す。*Tg* = 63.0℃ コア粒子は *Tg* = 68.6°C を示し 5.4°C 上昇した。Tg = 32.0°C コア粒子は Tg = 49.8℃を示し、17.3℃上昇しており Tg の上昇が顕著 であった。これは、コア粒子とシェル粒子のTgの差が 大きいため、シェル層の形成により温度の上昇幅が上昇 したと考えられる。

#### 3.5 シェル層の形成による効果

2種のコア粒子は、それぞれの Tg 以上の温度に加熱す ると凝集が発生する。Tg=32°Cコア粒子は融点が40°C の低溶融粘度材料を含有しているため、融点以上に加熱 するとコア粒子内部から表面に低融点材料の染み出しが 起こり、融点以下の温度に戻ると粒子表面に板状に固化

Table 2Tg measurement results by DSC

<i>Tg</i> [°C]
63.2
32.5
68.6
49.8

した状態で低融点材料が残存することがわかっている。 そこで、ボールミル処理した粒子の耐熱性の変化を評価 するために,処理した Tg = 63℃ コア粒子は 70℃ で加熱 し, Tg = 32°C コア粒子は 50°C で加熱処理した試料を作 製した。加熱温度は,DSC 測定で得た,ボールミル処理 後の Tg 測定結果に基づき設定した。作製した試料を用 いて、凝集度測定と SEM による表面観察を行った。

**Table 3** に凝集度測定の結果を示す。未処理の *Tg* = 63°C コア粒子は88.3%, Tg=32°C コア粒子は88.2%の凝 集度を示した。処理した Tg = 63℃ コア粒子は 38.8%, Tg=32°Cコア粒子は56.5%を示し、凝集度が大幅に低下 した。本結果は、未処理のコア粒子の Tg 以上の熱を加 えても凝集の発生が大幅に低下させることが可能になる ことを示しており、シェル層が熱に対するコア粒子の保

Table 3 Agglomeration rate

Sample	Ch [%]
$Tg = 63^{\circ}$ C Core particle	88.3
$Tg = 32^{\circ}C$ Core particle	88.2
Processed $Tg = 63^{\circ}C$ Core particle	38.8
Processed $Tg = 32^{\circ}C$ Core particle	56.5



Fig. 15 SEM image of particle surface after exposure to 50°C for 1 hour

護層として機能した効果と考えられる。

含有する低融点材料の染み出しに対するシェル層の効 果を確認するために, *Tg* = 32°C コア粒子を加熱処理した 試料の SEM による表面観察結果を Fig. 15 に示す。(a) は,未処理,未加熱のコア粒子,(b)はボールミル処理後 の未加熱および(c)はボールミル処理後の加熱後である。 (a)のコア粒子表面には,固化した板状の低融点材料が複 数認められる。しかし,(b)ボールミル処理後および処理 後粒子を加熱処理した粒子表面には認められない。この 現象は,融点以上の温度で流動化する低融点材料の染み 出しを,シェル層が阻止したためと考えられ,シェル層 は緻密に膜状化していると考えられる。

Fig. 11 に示したシェル層の膜状化プロセスの妥当性を 確認するために, *Tg* = 32℃ コア粒子と, サスペンション ではないシェル粒子を用いてボールミル処理を行い, 低 融点材料の染み出しが発生するか確認した。乾燥は不要 のため, 真空乾燥は行っていない。Fig. 16 に乾燥状態の シェル粒子を用いてボールミル処理したものを 50℃ で 加熱処理した前後の SEM 観察結果を示す。(a) は, ボー ルミル処理後であり, (b) は, (a) の処理後の粒子を 50℃ に加熱したものである。(a) の処理後は, 表面にシェル粒 子が多く点在している。(b) の 50℃ に加熱したものは, 表面に板状の低融点材料とシェル粒子が認められる,



Fig. 16 SEM image of particle surface

(a), (b) は乾粉のシェル材で処理した時にコア粒子表面 にシェル粒子が埋め込まれ,その上にシェル粒子が付着 して点在する状態であり,サスペンションで処理した時 にみられた,シェル粒子の最密充填と変形が起こらず, サスペンション使用時に起こる乾燥時の毛管力による膜 状化と,キュアリングがないため,コア粒子表面のシェ ル粒子は膜状化していないため,シェル粒子間から低融 点材料が染み出したと考えられる。膜状化したシェル層 は,低融点材料の染み出しを阻止する機能を有すること が示された。以上より,シェル層の膜状化プロセスを考 察した内容の妥当性も証明できたと考えられる。

## 4. 結 言

遊星ボールミルを使用して、樹脂製のコア粒子と、コ ア粒子より Tg が高いシェル粒子のサスペンションを用 いて複合化(コアシェル粒子化)処理した後、加熱する ことなく真空乾燥することにより、コア粒子を熱から保 護することで熱凝集の発生を低減し、コア粒子内部の成 分の染み出しを阻止することができる緻密に膜状化した シェル層を有するコアシェル粒子を作製できることがわ かった。また、低融点材料を含有する Tg = 32℃ コア粒 子を乾燥状態のシェル粒子を用いて処理したものは、コ ア粒子内部から成分が染み出したことから, Fig. 11 に示 した、コア粒子表面にシェル粒子の付着開始からシェル 層が膜状化するまでのプロセスの考察は妥当であると考 えられる。また、樹脂強度が低い Tg = 32℃ のコア粒子 は、遊星ボールミル処理時の機械的外力による粉砕や容 器への融着の発生を懸念したが、いずれの問題も発生せ ずコアシェル粒子化することができた。

本製法は, 膜状化したシェル層を有するコアシェル型 粒子の作製が可能であり, 化学的手法では必要になる廃 液処理が不要となり, 工程削減を可能にする可能性があ り, 環境への負荷低減にも貢献することができると考え られる。

[謝辞]実験,評価において,大阪公立大学装置工学グ ループ実験補助員の半田佳枝氏および谷直子氏にご協力 を頂いた。記して謝意を表します。

## Nomenclature

```
Tg : Glass transition temperature
```

 $[^{\circ}C]$   $C_{\rm h}$  : Agglomeration rate

[%]

#### References

- [1] T. Aoki, Design for environment on toner and developer, Journal of the Imaging Society of Japan 44 (2005) 250–258.
- [2] M. Yamada, High purity ester wax for toner suspension, Journal of the Imaging Society of Japan 55 (2016) 216–220.
- [3] M. Tanaka, Suspension polymerization, Journal of the Imaging Society of Japan 44 (2005) 375–380.
- [4] M. Koishi, T. Kondo, Particle-size and particle-size distribution of microcapsules prepared by the interfacial polymerization method, J. Jpn. Soc. Colour Mater. 43 (1970) 344–356.
- [5] T. Yamanouchi, Development of KONICA MINOLTA HD (High Definition) digita toner produced by emulsion polymerization and coagulation method, Journal of the Imaging Society of Japan 46 (2007) 266–270.
- [6] H. Takebayashi, Preparation of functional particle, J. Jpn. Soc. Colour Mater. 75 (2002) 117–123.
- [7] H. Nakamura, T. Kawaguchi, T. Masuyama, A. Sakuda, T. Saito, K. Kuratani, S. Ohsaki, S. Watano, Dry coating of active material particles with sulfide solid electrolytes for an all-solid-state lithium battery, J. Power Sources 448 (2020) 227579
- [8] H. Nakamura, T. Masuyama, S. Ohsaki, S. Watano, Wet milling of solid electrolyte powder for all-solid-state batteries and appliation to coating of cathode active material with solid electrolyte, J. Soc. Powder Technol., Japan 60 (2023) 559–566.
- [9] S. Watano, Kinousei hukugou biryushi no sekkei to biryushi processing, Funsai 59 (2016) 25–32.
- [10] T. Nagai, T. Mizobe, S. Watano, Surface modification of fine particle by emulsion coating, J. Soc. Powder Technol., Japan 50 (2013) 429–435.
- [11] H. Honda, K. Ono, T. Ishizaka, T. Matsuno, T. Katano, M. Koishi, Surface modification of powders by the high speed impact treatment method, J. Soc. Powder Technol., Japan 24 (1987) 593–599.
- [12] K. Terashita, K. Okuda, T. Teshima, K. Miyanami, Designing toner particles using a particle coating method and its

evaluation, J. Soc. Powder Technol., Japan 35 (1998) 420-426.

- [13] Nihongazougakkaihen, Kemikaru Tona, Tokyodenkidaigakusyuppankyoku (2008).
- [14] H. Yamazaki, The encapsulation technique in electrophotography, Journal of the Imaging Society of Japan 59 (2020) 409–418.
- [15] Y. Matsumura, C. Suzuki, T. Ishiyama, H. Akagi, N. Hyakutake, Technology development of emulsion aggregation toner EA toner for high quality color printing and lower environmental impact, Journal of the Imaging Society of Japan 42 (2003) 348–355.
- [16] R. Sonoda, M. Horibe, T. Iwasaki, S. Watano, Improvement of dissolution property of poorly water-soluble drug by using dry coating method with surfase as core-particles, J. Soc. Powder Technol., Japan 46 (2009) 338–346.
- [17] T. Fujimoto, J. Yamauchi, S. Yamanaka, Y. Kuga, Insulation coating of conductive particles by planetary ball milling, J. Soc. Powder Technol., Japan 50 (2013) 308–404.
- [18] Y. Inoue, Kanshiki hukugouka souchi niyoru kinousei biryushi no sakusei, Funsai 11 (2019) 654–659.
- [19] Japanese Patent JP 2018-141967 A 2018-9-13.
- [20] H. Masuda, H. Yoshida, K. Iinoya, Analysis of the Carr's flowability index, J. Soc. Powder Technol., Japan 12 (1975) 209–216.
- [21] Measuring instrument of Multi functional powder properties Multi Tester MT-02.
- [22] V. A. Saharan, V. Kukkar, M. Kataria, V. Kharb, P. K. Choudhury, Ordered mixing: Mechanism, process and applications in pharmaceutical formulations, Asian J. Pharm. Sci. 3 (2008) 240–259.
- [23] S. Muroi, Koubunshi ratekkusuno kagaku, Kabushikikaisya koubunshi kankoukai (1970) p. 235.
- [24] S. Okada, S. Yashima, Estimation of capillary potential with structural parameters of granular beds, J. Min. Metall. Inst. Jpn. 98 (1982) 1147–1152.