# 論文 ジオポリマーの凝結を遅延するための高炉スラグ微粉末の熱処理技術

李 柱国\*1·池田 攻\*2

要旨:高炉スラグ微粉末(BFS)を用いたジオポリマー(GP)の凝結遅延技術を開発するために,BFSの使用前の 熱処理を行い,熱処理温度と時間がBFSの化学的特性およびGPの凝結性能と強度に及ぼす影響を検討した。 その結果として,BFSの熱処理温度は、750℃以下であれば、加熱時間によらず、BFSは非晶質性を保持し、 7日以降の材齢では非加熱BFSと同等の活性を有する。700℃の熱処理では安定した遅延効果が得られる。 800℃で熱処理したBFSは結晶化し、凝結時間は大幅に増加するが、活性は低下する。熱処理で得られた結 晶質BFSと非晶質BFSを適当な割合で混合使用すれば、所要のGP凝結時間を達成できる。 キーワード:ジオポリマー、高炉スラグ微粉末、熱処理、凝結遅延、相変化

#### 1. はじめに

ジオポリマーは、活性フィラー(アルミノシリケート 源)がアルカリ溶液で刺激されることによって、ケイ酸 錯体の縮重合反応が助長されて固化し、従来のセメント クリンカーを使用せずに固化体を作製できる無機材料で ある。活性フィラーは、ジオポリマーの固化に必要な陽 イオン Si, Al の供給源であり、天然物であればメタカオ リンなどが使用される。しかし、廃棄物の有効利用の観 点から、現在ではフライアッシュや高炉水砕スラグなど の廃棄物や産業副産物が多く使用されている。

高炉水砕スラグ微粉末(BFS)を用いたジオポリマー (GP)は,強度発現性が優れるが,凝結時間が短い。JIS 4000 級以上の BFS 単味では,凝結始発時間は常温(20℃)で20 分程度,フライアッシュ(FA)を多量に混合した場合でも 40 分程度である。JIS 3000 級の BFS と FA を質量比3:7 で使用した GP コンクリートの凝結始発時間は60 分以内 である<sup>1)</sup>。また,酒石酸を主成分とした遅延剤を添加す れば,ジオポリマーの凝結時間を1.8~2.3 倍に延長する ことができるが,常温養生の強度発現性が若干損なわれ る<sup>2)</sup>。他の混和剤に関する研究が報告されているが,未 だに着実に効果を発揮するものはない<sup>3),4),5)</sup>。しかし,ア ジテーター車で運搬し,施工する場合はコンクリートの 練混ぜから打ち込み終了までの時間は運搬距離によって 異なり,60 分以上かかる場合は少なくない。因みに,土 木学会及び建築学会は、コンクリートを練り混ぜから打 込みまでの時間は、外気温が25℃以下のときで2時間以 内、25℃を超えるときで1.5時間以内を標準としている。 したがって、BFSを使用したGPの速い凝結特性は、建 設現場へのGP使用の障害となっている。

本研究では、熱処理した BFS を用いた GP(BFS-GP と 記する)の凝結性能と強度性能を考察し、BFS-GP の凝結 時間を延長・調節する技術を開発した。

#### 2. 高炉スラグ微粉末の熱処理による凝結遅延効果

第1段階の検討として, 簡易試験法によって BFS-GP の凝結性能と強度に及ぼす BFS の加熱処理の影響およ び凝結時間の調整方法を考察した。

#### 2.1 実験概要

#### (1) 使用材料

実験に使用した4つのBFS サンプルはJISA 6206の高 炉スラグ微粉末4000級の規格品であり、蛍光X線分析 (XRF)によるそれらの化学分析値及び物理性質を表-1 に示す。BFSの主成分はSiO<sub>2</sub>-CaO-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>であるが、MgO もかなり多く、無視できない量である。4つのBFSサン プルの排出源と貯蔵期間(排出から使用までの日数が不 明)は異なっている。

アルカリ溶液については、市販のナトリウム系 JIS 1 号水ガラス (SiO<sub>2</sub>/Na<sub>2</sub>O モル比 2.1,比重 1.54)をイオン 交換水で2倍に希釈した。一方,試薬の苛性ソーダペレ ットをイオン交換水に溶解し,10 モルの水溶液(比重:

Sample	Chemical compositions (%, by mass)														Density	Specific			
	SiO <sub>2</sub>	TiO <sub>2</sub>	Al <sub>2</sub> O <sub>3</sub>	Fe <sub>2</sub> O <sub>3</sub>	MnO	CaO	MgO	Na <sub>2</sub> O	K <sub>2</sub> O	$P_2O_5$	SO <sub>3</sub>	SrO	$Y_2O_3$	ZrO <sub>2</sub>	BaO	Cl	Total (%)	(g/cm <sup>3</sup> )	surface area* (cm <sup>2</sup> /g)
BFS-A	31.15	0.66	12.77	0.29	0.23	47.17	4.57	tr.	0.30	0.04	2.58	0.07	0.01	0.04	0.12	0.01	100.01	2.81	4080
BFS-B	31.15	0.57	12.75	0.30	0.21	47.25	4.65	tr.	0.30	0.04	2.57	0.07	0.01	0.04	0.13	tr.	100.04	2.83	3830
BFS-C	31.54	0.61	12.75	0.31	0.21	46.83	4.59	tr.	0.30	0.04	2.55	0.07	0.01	0.05	0.13	tr.	99.99	2.85	4130
BFS-D	32.68	0.63	13.71	0.37	0.20	45.14	4.92	tr.	0.30	0.04	1.80	0.07	0.01	0.04	0.08	tr.	99.99	2.90	4080

表-1 高炉スラグ微粉末の化学組成と物理性質

[注]\*: ブレーン値, tr: 未検出

\*1 山口大学 大学院 創成科学研究科 教授 博士(工学) (正会員)\*2 山口大学 名誉教授 理学博士

1.32)を調製した。最後に両者を容積比で3:1に混合し、
12時間放置したものをアルカリ溶液として用いた。SiO2
と Na2O の質量濃度がそれぞれ 13.5%と 12.8%であり、
SiO2 と Na2O のモル比が 1.1 であった。

#### (2) 高炉スラグ微粉末の熱処理と加熱前後の特性分析

BFS を容積約 120cm<sup>3</sup>のアルミナ製坩堝に 70~80g 装入し,マッフル型電気炉を用いて 100~800℃の温度で 24時間加熱した後,炉外に取り出し空冷した。なお,常温から各加熱温度までの昇温速度は概ね 20℃/分であった。

加熱前の BFS 及び加熱処理後の BFS について, X 線 回折分析(XRD)による相の同定を行った。XRD 分析は, CuKα線源を用い, 40kV-120mA 電源, 1°-1°-0.3mm スリ ット, 走査速度 4°/min, 0.02°ステップスキャンといった 条件で 3~60°の 2 θ 範囲で行った。

また, TG-DTA により, 常温から 1000℃まで 10℃/分 で昇温し, 空気雰囲気で加熱前の BFS の熱分析を行った。

## (3) 凝結性能と強度性能の測定

ジオポリマーの凝結性能の評価は, 簡易評価法として 可使時間の測定を行った。これは, 先端寸法が厚さ0.4 ×幅 6.6mm のスパチュラブレード(spatula blade)を GP ペ ーストに突き刺す方法である。すなわち, アルカリ溶液 と BFS を混合してから, 3 箇所以上の圧痕に液の浸出が 認められなくなるまでの時間を可使時間とする方法であ る。後述のように,可使時間は,ビカー針装置を用いて 測定した凝結始発時間より若干短い。GP ペーストの BFS とアルカリ溶液の質量比(液粉体比)は0.40 であった。

また,BFS-GP モルタルの曲げ強度の測定を行った。 モルタルの調合として,液粉体比が 0.65 で,豊浦砂と BFS の質量比は 2.0 であった。練り混ぜた後に,3 連の 砲金製型枠(寸法 20×20×80mm)にモルタルを打ち込み, 20℃,100%R.H.で12 時間の湿空養生を行った後に脱型 し,さらに同条件で所定の材齢まで養生した。試験体の 寸法は小さいため,粒度が小さい豊浦砂を使った。

曲げ強度は,三点曲げ試験法で1,3,7 および28 日材 齢に測定され,各材齢に3本の平均値とした。小角柱試 験体の曲げ強度を式(1)によって算出した。

$$R_f = \frac{3L}{2bd^2} \cdot P = 9.375 \times 10^{-3} \cdot P \tag{1}$$

ここに, *R<sub>f</sub>*: 曲げ強度(MPa), *L*: 支点間距離(=50mm), *b*, *d*: 試験体の幅と厚さ(=20mm), *P*: 最大曲げ荷重(N)

両試験は,標準試験法に基づいて実施されなかったが, 同じ試験条件で得られた試験結果を比較しているため, 今回の検討結果は信頼できるものである。

# 2.2 実験結果および考察

#### (1) XRD 分析

加熱有無の BFS-A の XRD 分析の結果を図-1 に示す。 非加熱 BFS-A (図-1 中の「未加熱」)は、20~38°の 20範 囲ではガラス相によるハローピークと2つの小さいピー クが見られ,殆ど非晶質である。点線で示す小さいピー クの位置はゲーレナイト(2CaO・Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>・SiO<sub>2</sub>)およびマー ヴィナイト(3CaO・MgO・2SiO<sub>2</sub>)の主ピーク位置と合致す るため、少量のゲーレナイトとマーヴィナイトが BFS の ガラス相と共存していると思われる。これらの結晶は、 BFS の水冷過程で形成されたものと推測される。加熱に よる相変化は750℃まで認められないが、800℃の加熱で 突如結晶化し、生成物はゲーレナイトと少量のマーヴィ ナイトであり、ガラス相のハンプは認められなくなった。

#### (2) TG-DTA 分析

図-2にA~Cの3種類のBFSのTG-DTAの結果を示 す。加熱に伴い,TG曲線はなだらかな重量減少を示し, 910℃を超えると,重量が増加する傾向が見られた。途中, BFS-Aを除き,600-700℃で急激な重量変化が認められた。 最終的におよそ3~4%の重量減少が生じた。これは,水 砕プロセスではガラス相にトラップされた水分,および 加熱されるまでの炭酸化によって吸着されたCO2が加熱 により徐々に失われていくためであろう。この少量の熱 分解は,熱処理されたBFSの可使時間を長くする原因に はならないとと思われる。最後に重量が増えたのは,主 に二価鉄が三価鉄に酸化されたことによるものではない かと推測している。

一方, DTA 曲線は, 2 つの発熱ピークと1 つの吸熱ピ





В	FS-A		В	FS-B		BFS-C				
ρ	Ss	Wt	ρ	Ss	Wt	ρ	Ss	Wt		
g/cm <sup>3</sup>	cm <sup>2</sup> /g	分	g/cm <sup>3</sup>	cm <sup>2</sup> /g	分	g/cm <sup>3</sup>	cm <sup>2</sup> /g	分		
2.81	4080	23	2.83	3830	14	2.85	4130	48		
2.81	3980	28	-	-	-	-	-	-		
2.82	3890	38	-	-	-	-	-	-		
2.82	3970	53	-	-	-	-	-	-		
2.80	3920	83	2.83	3790	68	2.84	4110	105		
2.82	3850	63	-	-	-	-	-	-		
2.81	3810	53	-	-	-	-	-	-		
2.84	3910	33	-	-	-	-		-		
2.85	3500	68	2.90	3680	63	2.86	3670	68		
2.81	3330	88	-	-	-	-	-	-		
2.97	3420	340	2.97	3380	340	2.91	3280	330		
	β           g/cm³           2.81           2.82           2.82           2.82           2.82           2.81           2.82           2.81           2.82           2.81           2.82           2.81           2.84           2.85           2.81           2.81           2.81	BFS-A           ρ         Ss           g/cm <sup>3</sup> cm <sup>2</sup> /g           2.81         4080           2.82         3890           2.82         3970           2.80         3920           2.81         3810           2.84         3910           2.85         3500           2.81         3330           2.81         3340	BFS-A           ρ         Ss         Wt           g/cm³         cm²/g         分           2.81         4080         23           2.81         3980         28           2.82         3890         38           2.82         3970         53           2.80         3920         83           2.82         3850         63           2.81         3810         53           2.84         3910         33           2.85         3500         68           2.81         3330         88           2.97         3420         340	$\begin{array}{c c c c c c c c c c c c c c c c c c c $	$\begin{array}{ c c c c c c c c c c c c c c c c c c c$	BFS-A         BFS-B           ρ         Ss         Wt         ρ         Ss         Wt           g/cm <sup>3</sup> cm <sup>2</sup> /g         分         g/cm <sup>3</sup> cm <sup>2</sup> /g         分           2.81         4080         23         2.83         3830         14           2.81         3980         28         -         -         -           2.82         3890         38         -         -         -           2.82         3970         53         -         -         -           2.80         3920         83         2.83         3790         68           2.82         3850         63         -         -         -           2.81         3810         53         -         -         -           2.84         3910         33         -         -         -           2.84         3910         33         -         -         -           2.85         3500         68         2.90         3680         63           2.81         3330         88         -         -         -           2.97         3420         340         2.97         3380	$\begin{array}{ c c c c c c c c c c c c c c c c c c c$	$\begin{array}{ c c c c c c c c c c c c c c c c c c c$		

表-2 加熱温度と可使時間の関係

[注] T: 加熱温度, p: 見掛密度, Ss: 比表面積, Wt: 可使時間

ークを示している。2 つの発熱ピークはそれぞれ 500℃と 900℃付近にあり、オンセット(onset)温度は約 450℃と約 780℃である。500℃付近の発熱ピークはガラス転移点に 対応するものであり、920℃はガラス相の結晶点温度であ る。920℃付近の発熱ピークは、双峰のように見えており、 ピークの大きさから判断すると、温度の低いほうがマー ヴィナイト、高いほうがゲーレナイトの結晶化によるも のである。BFS-B、C の 650℃付近の吸熱ピークは、TG 曲線における 650℃付近の重量損失に対応しており、こ れは脱炭酸によるものと考えられる。BFS の空気中の炭 酸化程度は、保存方法と保存期間に関係している。後述 の表-2 に示すように、非加熱 BFS-C を用いた GP ペース トの可使時間は、通常の BFS に比べて大幅に長くなった。



#### 図-3 加熱したBFS-Aを用いたGPペーストの可使時間

これは、BFS-C の保存期間に多く炭酸化したと考えられ る。そのため、BFS-C の 650℃付近での吸熱ピークは顕 著でで、後に示すように BFS-C 単味の可使時間は長い(表 -2 を参照)。逆に BFS-A の 650℃付近に吸熱ピークがな いのは、炭酸化が少ないためであると推測されている。

#### (3) 可使時間

熱処理有無のA~Cの3種類のBFSを用いたGPペース トの可使時間を表-2に示す。また、図-3は、熱処理し た BFS-A を用いた GPペーストの可使時間を示すもので ある。非加熱の BFS を使用した GP ペーストの可使時間 は、サンプルによりばらつきがあるが、14~48分と短か った。熱処理した BFS を用いた場合の可使時間は加熱温 度によって異なった。図-3に示すように、BFS-Aをを用 いた GP ペーストの可使時間は, 室温から 400℃まで徐々 に上昇し、1時間を超えることもあった。その後、400℃ から600℃までゆっくりと低下してから、ゆっくりと上 昇に転じた。しかし、750℃以降では可使時間が急激に増 加し、5時間を超えた。すなわち、可使時間は、400℃で 極大に達し、600℃で極小であり、800℃では結晶化の影 響で活性が低下し、340分と長い可使時間になった。さ らに,900℃以上の高温加熱では焼結が進み,硬い芯が生 じ、そのままでは活性フィラーとして使えなくなる。 ま た、参考として、同方法で測定した2種類の普通ポルト ランドセメントペースト(水セメント比 0.40)の可使時間 は、それぞれ125分と145分であった。

可使時間の変化はガラス転移点 (DTA ではオンセット 温度 450℃)と密接に関係している。常温からガラス転移 点までガラス粘度が徐々に低下し,焼鈍によりプレスト レス(pre-stress)が解放され,可使時間が長くなる可能性が ある。ちなみに、メカノケミカル(mechano-chemical)技術 として、フライアッシュは、粉砕により応力を加えられ ると、アルカリ溶液での溶出または反応性が増加するこ とが知られている。この効果は、粉砕による粒子表面 の乱れだけでなく、粒子内の応力蓄積のためであると考 えられる。すなわち、フライアッシュの場合は応力が誘 起されているが、BFS の場合はガラス転移により応力が 減少する。この応力の減少は、熱処理した BFS-GP の可 使時間の増加の原因であると思われる。

また、加熱温度がガラス転移点を超えると、ガラス相 が軟化し,粘度がさらに減少する,その後,微細な球状 の弱結晶体が少量に形成される。この弱結晶体を偏光顕 微鏡で観察したが,紙面の都合上,ここでは偏光顕微鏡 の画像を省略する。その結果、真のガラス質部分が減少 するため, GP の可使時間が長くなり, 表-2 に示すよう に比表面積は減少した。800℃では完全に結晶化したため、 800℃加熱した BFS を用いた GP の可使時間がさらに増 加する。したがって、凝結遅延のメカニズムは、これら の相変化に基づいて合理的に解釈することができる。

可使時間が極大値に達した温度(400℃)は, DTA 分析 で分かったガラス転移点(オンセット温度 450℃)に対応 していると思われる。可使時間の測定が電気炉による静 的加熱の結果であり, DTA の結果が動的加熱の結果であ るため、この2つの温度の差異は加熱方法の違いによる ものである。また、温度の測定精度や電気炉内の温度分 布の均一性も原因である。図-3に示す 750℃と 800℃の 中間点をとると、結晶点温度は775℃になり、前述のオ ンセットピーク温度(780℃)とよく一致している。750℃ まで加熱しても結晶化が起こらないが、温度制御が荒い と結晶化の危険性がある。安全処理の観点からあえて 750℃は避け、熱処理の最高温度は700℃とすればよい。

表-2 に示すように,400℃の加熱では,未加熱の場合 に比べると可使時間は大略 2~4 倍で長くなったが, BFS サンプルによってばらつきがあった。しかし、700℃と 800℃で加熱した場合は、可使時間は、BFS サンプルに よらず,それぞれ60~70分と340分でほぼ一定であった。

#### (4) 曲げ強度

熱処理有無の BFS-A を用いた GP モルタルの曲げ強度 を図-4に示す。7日材齢まで曲げ強度は、材齢とともに 増加したが、7日と28日材齢の曲げ強度はとほぼ同じで あった。常温と400℃,700℃加熱の3シリーズの28日材 齢の曲げ強度はほぼ同じであったが、400℃加熱の場合は 若干高く、9MPaと優れた強度を示した。ガラス質の BFS-Aを使った3シリーズのGPモルタルでは、非加熱 の BFS の場合は1日材齢の強度が最も高く,700℃加熱



の場合は最も低い傾向が見られた。この傾向より、熱処 理温度が高くなるほど、BFS 活性の低下が大きいことが わかった。一方,800℃の加熱で得られた結晶質のBFS を用いた GP モルタルの強度は材齢と共に徐々に増加し, 28 日材齢に約 6MPa の曲げ強度に達した。通常、ジオポ リマー硬化体の圧縮強度はその曲げ強度の5倍以上であ る。したがって、800℃の加熱で得られた結晶質のBFS は,凝結時間が長く,実用的な強度発現性を有する。

#### (3) ジオポリマー硬化体の凝結速度の調整方法

前述のように、400℃や700℃で熱処理した BFS を用 いた GP の可使時間は十分でない。そこで、使用時間の 目標値を達成するために、800℃の加熱で得られた結晶質 BFS を混合する方法を検討した。

使用時間と、ガラス質 BFS(非加熱、400℃,700℃の加 熱)に置換された結晶質 BFS(800℃の加熱)の割合との関 係を図-5に示す。結晶質 BFS の代替される割合,言い 換えれば、ガラス質 BFS の添加割合は高いほど、可使時 間は短くなることが認められた。120分の可使時間とな るように、BFS-Bの場合にはガラス質BFSの添加割合は、 それぞれ非加熱 10%, 400℃加熱 25%, 700℃加熱 35%で あり, BFS-C の場合は、それぞれ非加熱 20%、400℃加熱 85%,700℃加熱 40%であった。これらの混合比で作られ た GP モルタルの曲げ強度を図-6 に示す。結晶質 BFS の 代替された割合が高いほど、曲げ強度は高い傾向が見ら れた。したがって、400℃や700℃で加熱したガラス質 BFS と 800 で加熱した結晶質 BFS を適切な割合で混合し て使用すれば、所要の凝結時間と強度を得ることができ

80

100



る。別途に報告する予定であるが、結晶質 BFS の代わり に凝結の遅いフライアッシュは熱処理したガラス質 BFS と混合してもよい。

#### 3. 熱処理効果に及ぼす熱処理時間の影響

第2段階の検討として、ポルトランドセメント系材料 の試験法を用いて,加熱時間が高炉スラグ微粉末の熱処 理効果に与える影響について考察を行った。

#### 3.1 実験概要

# (1) 使用材料

高炉スラグ微粉末については,表-1に示すサンプル BFS-Dを使用した。アルカリ溶液は、第1段階の検討に 使われたものと同じであった。GP モルタルの細骨材は, 表乾状態の海砂(表乾密度 2.56 g/cm<sup>3</sup>, 単位容積質量 1.63kg/L, 吸水率1.81%, 実積率65.0%, 粗粒率2.87, 塩化物量0.002%)であった。

#### (2) 高炉スラグ微粉末の熱処理と XRD 分析

BFS の加熱温度は400℃と700℃であった。加熱時間 は、各温度でそれぞれ6時間、12時間、24時間とした。加 熱後,電気炉内に放置したまま冷却した。目標温度(400℃, 700℃)までの昇温時間は60分であった。目標温度ごとに 昇温速度は異なったが、目標温度を維持する時間が長か ったため、試料が十分に加熱されていたと考えられる。 また,加熱有無のBFS-DのXRD分析も行った。別のXRD 装置を使ったが、測定条件は前述のとおりであった。

## (3) 性能試験

加熱有無の BFS-D を用いた GP ペーストおよび GP モ ルタルを練り混ぜた。GPペーストを凝結時間の測定に 使用した。その液粉体比は 0.45 であった。また、強度試 験に使われたモルタルの液粉体比は 0.50 で、海砂と粉体 の質量比は 2.0 であった。GPペーストとモルタルは共に 強制式ミキサーで練り混ぜた。ペーストの場合、粉体と アルカリ溶液の混合時間は2分であった。モルタルの場 合は、まず、粉体と海砂を1分間混合した後、アルカリ 水溶液を加えてさらに2分間練り混ぜた。

GP ペーストを練り混ぜた直後に,前述した可使時間 の測定法で可使時間を測定するとともに、JISR 5201: セ メントの物理試験法に準じて凝結始発時間と終結時間を



測定した。また、GP モルタル試料を 40×40×160mm の 角柱型枠に充填した後に、テーブルバイブレータで1 分間締め固め,試験体を作製した。作製した試験体を 2種類の方法で養生した。一つ目の方法は、20℃の空 気中の封緘養生で、2つ目は80℃の気中で24時間の 高温封緘養生を行った後,20℃の空気中の封緘養生を 続けた方法であった。ここに、前者を20℃養生、後 者を80℃養生と略称する。いずれの養生方法におい ても24時間経過後に脱型を行った。28日材齢に、万 能試験機で曲げ試験と圧縮試験を行った。曲げ強度は 3本の角柱供試体の平均値, 圧縮強度は曲げ試験後の 6つの折片の平均値であった。

#### 3.2 実験結果および考察

## (1) XRD 分析

未加熱の BFS-D と加熱温度・時間を変えて熱処理した BFS-DのXRD分析結果を図-7に示す。ノイズが大きい ため、チャート線が太くなり、小さいピークの判別が困 難であったが、加熱処理の有無にかかわらず、20~40° の20範囲にハローピークが見られ、明確な結晶性化合物 のピークは観察されなかった。そこで,加熱処理が700℃ 以下であれば、加熱時間によらず、BFS は依然として非 結晶性を維持することが認められた。





図-8 BFS-D の加熱処理の温度と時間がそれを用いた GP ペーストの凝結性能に及ぼす影響

図-8 に, BFS-D を用いた GP ペーストの可使時間と凝結時間を示す。未加熱の BFS-D に比べ,加熱処理された BFS-D の可使時間と凝結時間は明らかに大幅に増加した。 700℃24 時間で加熱した BFS-D の可使時間は図-7 に示す ように,表-2 に示すサンプル A-C より長かったが,400℃ の場合は短った。これは,BFS 自体の影響に加えて,液 粉体比の影響や測定値の個人差によるものである。700℃ 加熱の場合は,加熱時間の増加に伴い可使時間が増加す る傾向があったのに対し,400℃加熱の場合は,加熱時間 の影響はほとんど認められなかった。

可使時間と同様に,400℃加熱の場合は,加熱時間を6時間から24時間まで変化させても,凝結始発と終結時間はほぼ同じであった。しかし,700℃加熱の場合は,加熱時間が長いほど,始発時間と終結時間は若干長くなる傾向が見られた。加熱のエネルギー消費量と遅延効果の両方を考慮すると,700℃で12時間の加熱処理が好ましい。

## (3) 曲げ・圧縮強度

図-9 は、未加熱の BFS-D と 700℃で 12 時間加熱した BFS-D を用いた GP モルタルの圧縮強度と曲げ強度をそ れぞれ示すものである。同図に示すように、GP モルタ ルを 20℃で養生した場合、BFS の加熱処理によりモルタ ルの強度がわずかに低下したが、大きな影響が見られな かった。一方、80℃の高温養生履歴のある GP モルタル の強度は、加熱処理により若干増加したことが認められ た。この原因については、現在のところ不明である。

## 4. まとめ

高炉水砕スラグ微粉末(BFS)を用いたジオポリマーの 凝結を遅らせるために,BFSの使用前の加熱処理の効果 を検討した。得られた知見を以下のようにまとめた。

- BFS は加熱されると、相変化を生じる。ガラス相転 移と結晶点のオンセット温度は、DTA による動的測定 では、約 450℃と約 780℃、電気炉での静的測定では、約 400℃と 775℃である。
- 2) BFS の熱処理の温度は、750℃以下であれば、加熱時間にかかわらず、BFS は非晶質性を保持し、早期材齢の活性がやや低くなるが、7日以降の材齢では非加熱BFS と同等の活性を有する。
- 3) BFS の熱処理による凝結遅延効果は、相変化と密接 に関係している。400℃加熱による遅延効果が、BFS の排出源によって不安定であるが、700℃の加熱処理で は安定した遅延効果を得られる。800℃で加熱された BFS は結晶化し、凝結時間が大幅に増加するが、活性 が低下する。
- 4) BFS の熱処理の最適時間は加熱方法によって異なる。 今回使用した小型電気炉の場合、12時間が好ましい。
- 5) 800℃の熱処理で得られた結晶質 BFS の一部を,



# 図-9 強度と BFS-D の 700℃加熱時間, GP モルタルの 養生方法との関係

400℃や700℃の熱処理で得られた非晶質 BFS で代替 することより, GP の凝結時間の目標値を達成できる。

6)加熱後の冷却速度の影響については今後詳細に検討 するが、今回は炉外自然空冷と炉内自然冷却の間では 熱処理の遅延効果に差がないことを確認した。

合理的な加熱方法,例えばロータリーキルン等を利用 すれば,必要な加熱時間を短縮し,連続的に熱処理する ことが可能である。BFSの加熱処理がエネルギーを消費 するが,元祖のジオポリマーに使われるメタカオリンも 700~800℃の仮焼きで得られるものである。このことを 考えると,熱処理された BFS を用いたジオポリマーは依 然として環境に優しいものと言える。

#### 参考文献

- 1)李柱国,高垣内仁志,岡田朋久ほか:フライアッシュ と高炉スラグ微粉末を併用したジオポリマーコンク リートの性能に関する実験的考察,その15 フレッシュ 生状と耐凍害性への使用材料の影響,日本建築 学会大会学術講演梗概集(北陸), pp.117-118, 2019.9
- 2)李柱国,高垣内仁志,岡田朋久,橋爪進:フライアッシュと高炉スラグ微粉末を活性フィラーとしたジオポリマーコンクリートの力学性能の影響要因に関する研究,コンクリート工学年次論文集,Vol.37, No.1. pp.175-7980.2015.7
- 3) L. Kalina et al.: Effect of Na<sub>3</sub>PO<sub>4</sub> on the hydration process of alkali-activated blast furnace slag, *Materials*, Vol.9, No.5, pp.395-403, 2016.5
- 4) A. Kusbiantoro, M. S. Ibrahim, K. Muthusamy, and A. Alias: Development of sucrose and citric acid as the natural based admixture for fly ash based geopolymer, *Procedia Environmental Sciences*, Vol.17, pp.596–602, 2013
- 5) D. Sabitha1, et al.: Reactivity, workability and strength of potassium versus sodium-activated high volume fly ash-based geopolymers, *Current Science*, Vol. 103, No.11, pp.1320-1327, 2012.12
- 6) G. Mucsi: Mechanical activation of power station fly ash by grinding – A review. *Journal of Silicate Based and Composite Materials*, Vol. 68, No. 2, pp 56-61, 2016.3.