## 論文 乾燥および乾湿繰返しによる硬化セメントペーストの微細構造変化

青野 義道<sup>\*1</sup>·松下 文明<sup>\*2</sup>·柴田 純夫<sup>\*3</sup>·濱 幸雄<sup>\*4</sup>

要旨:乾燥および乾湿繰返しによる硬化セメントペーストのμmからnmまで微細構造変化 を水銀圧入法,アルキメデス法,NMRおよび水蒸気吸着等温線により解析した。乾燥ま たは乾湿繰返しによって,細孔構造が粗大化し,C-S-Hの真密度が上昇していることが示 唆された。NMRの結果から、シリケートアニオン鎖の重合が進行していることを示した。 水蒸気吸着等温線のESW(Excess Surface Work)モデルによる解析結果から、複層分子層で の比表面積の低下が示唆された。乾燥は、硬化セメントペーストのnmスケールでの層状 構造を発達させる一方で、μmスケールでの細孔構造を粗大化させるものと考えられる。 キーワード:セメントペースト、細孔径分布,NMR,水蒸気吸着、乾燥、乾湿繰返し

#### 1. はじめに

コンクリートの物性および耐久性は,骨材, 硬化セメントペースト(以下,HCP),空隙など 多くの要因に支配される。耐久性の観点からは, 骨材は化学的および物理的に比較的安定である と考えられ,HCPの化学的あるいは物理的な変 化が支配的な要因となる。特に,HCPの空隙構 造変化が及ぼすコンクリートの諸性質への影響 が最も大きい。一方,実環境のコンクリートは, 温度,湿度などの変化による様々な履歴を経て いる。代表例としては乾燥と湿潤による乾湿繰 返しが挙げられる。したがって,乾湿繰返しに よる HCP の空隙構造変化を観察することによ って,コンクリートの耐久性に関する基本的な 知見が得られるものと考える。

筆者ら<sup>1)</sup>は,乾湿繰返しを与えた HCP の空隙 構造変化を観察し,乾湿繰返しによって水銀圧 入法による細孔径分布が粗大化すること,固体 核磁気共鳴装置(以下,NMR)により HCP を 構成する C-S-H のシリケートアニオン鎖の縮重 合が進行することを明らかにした。さらに,水 蒸気吸着等温線の ESW (Excess Surface Work)<sup>2)-3)</sup>モデルによる解析結果から,乾湿繰返 しによって C-S-H の層状構造が発達する傾向が あることを示した。

しかしながら,これまでの研究では,乾湿繰 返しのうち乾燥のみの影響については分離でき ていない。また,水銀圧入法による細孔径分布 の粗大化とシリケートアニオン鎖の縮重合につ いても現象論として示したに過ぎず,縮重合が 粗大化の原因との証明には至っていない。

そこで、本研究では、乾湿繰返しおよび乾燥 による HCP の空隙構造変化を観察し、乾燥の影 響を分離することを試みた。空隙構造変化につ いては、水銀圧入法で測定可能な細孔は直径数 nm 以上であり、HCP の空隙構造変化を全て網 羅できていないと考え、水を溶媒としたアルキ メデス法にて全空隙量の変化も観察した。アル キメデス法から、HCP あるいはその主要構成成 分である C-S-H の真密度を求め、NMR の結果 も加味し、水銀圧入法による細孔径分布の粗大 化の原因について考察した。さらに、水蒸気吸 着等温線の ESW モデル解析からも、C-S-H の層 状構造の発達について検討した。

\*1 住友金属鉱山シポレックス(株) 技術部 開発推進グループ 博士(工学) (正会員)
\*2 住友金属鉱山シポレックス(株) 技術部 三重分室 博士(工学) (正会員)
\*3 住友金属鉱山シポレックス(株) 技術部 部長 工博

\*4 室蘭工業大学工学部 建設システム工学科助教授 工博 (正会員)

-993-

#### 2. 実験概要

表-1に試料の養生条件を示した。

セメントは、市販の普通ポルトランドセメン ト(密度 3.16g/cm<sup>3</sup>,比表面積 3250cm<sup>2</sup>/g)を使 用し、W/Cは 0.35 とした。モルタルミキサーで 混練した後、8×4×16cmの鉄製型枠に高さ6cm まで打ち込み、1日封緘養生後に脱型し、ブリ ーディング部分の影響を排除するために上部を 切除して4×4×16cmに成形し、20℃で4週の 水中養生を行った。次いで、20℃水中4週(記 号W20)、30℃および50℃乾燥5日と20℃水中 2日の乾湿繰り返し(DW30およびDW50)、50℃ 乾燥(D50)の4水準の環境変化を与えた。

環境変化変化後の試料全体をに約 2.5~5mm に粉砕し,アセトンで水和停止した後,保存期 間中の炭酸化を避けるため,各測定に供するま で D-dry 下で保存した。

水銀圧入法による細孔径分布は, D-dry 後に さらに粉砕し, 篩で 1.0~2.0mm に粒度調整し たものを Micromeritics Auto-pore 9200 にて最大 圧力 150MPa まで測定した。

アルキメデス法では, D-dry した約 2.5~5mm の試料を水に浸漬し, 4時間真空脱気した後, 水中質量と表乾質量を測定し, その後 105℃で 24 時間乾燥後の絶乾質量を測定し, 以下の(1) ~(4)式にてかさ密度(1/かさ比容積), 真密度(1/ 真比容積), 全空隙率および全空隙量を求めた。

かさ密度
$$(g/cm^3) = \frac{1}{n$$
さ比容積 $(cm^3/g)$  (1)  
= 絶乾質量 $(g) \times \pi$ の密度 $1.00(g/cm^3)$   
(表乾質量 $(g) - \pi$ 中質量 $(g)$ )

真密度 
$$(g/cm^3) = \frac{1}{1}$$
 (2)  
= 絶乾質量  $(g) \times \pi 0$ 密度 1.00  $(g/cm^3)$   
(絶乾質量  $(g) - \pi + g \equiv (g)$ )

全空隙率(%)=(1-かさ密度/真密度)×100 (3)

NMR は、乳鉢にて試料を微粉砕し、Buruker Biospin AVNCE400 型にて、<sup>29</sup>Si-NMR(MAS)法に より、観測周波数 79.45 MHz,待ち時間 10.0

表-1 試料の養生条件

記号	W/C	水中 養生	水中養生後の 環境変化条件
35W20			20℃水中×4 週
35DW30	0 35	$20^\circ C \times$	{30℃・乾燥×5日 ⇔20℃水中×2日} ×4サイクル
35DW50	0.00	· 4 週	{50℃・乾燥×5日 ⇔20℃水中×2日} ×4サイクル
35D50			50℃・乾燥×4 週



図-1.水銀圧入法による細孔径分布 (上;累積細孔容量,下;微分細孔容量)

秒,積算回数 5000 回にて測定した。

水蒸気吸着等温線は,試料を乳鉢で微粉砕し, 日本ベル㈱ BELSORP P18-PLUS にて,20℃の 真空で24時間前処理した後,吸着温度25℃に て測定した。

#### 3. 実験結果及び考察

#### 3.1 細孔径分布

図-1に,水銀圧入法による直径 8nm 以上の 細孔径分布測定結果を示した。

乾湿繰返しでは,35DW30 に比較して乾燥温 度が高い35DW50の場合に細孔径分布がより粗 大化していた。さらに,50℃の乾燥のみの35D50

試料	かさ密度 (g/cm <sup>3</sup> )	真密度 (g/cm <sup>3</sup> )	全空隙率 (%)	かさ比容積 (cm <sup>3</sup> /g)	真比容積 (cm <sup>3</sup> /g)	全空隙量 (cm <sup>3</sup> /g)
35W20	1.72	2.34	26.5	0.581	0.427	0.154
35DW30	1.71	2.41	28.9	0.583	0.415	0.168
35DW50	1.76	2.50	29.7	0.568	0.400	0.169
35D50	1.79	2.56	30.2	0.560	0.390	0.169

表-2 アルキメデス法による測定結果

では、これらよりも細孔径分布の粗大化が著し かった。このことから、乾湿繰返しの内、特に 乾燥が細孔径分布の粗大化に影響していること が分かった。

#### 3.2 アルキメデス法

**表-2**に,(1)~(4)式で求めた各試料のかさ密 度等を比較した。

かさ密度は、35DW50 および 35D50 で上昇し ていた。一方、真密度は 2.3~2.6g/cm<sup>3</sup>の範囲で あり、35W20 に比較して 35DW30、35DW50、 35D50 の順で上昇しており、乾湿繰返し、さら には乾燥のみによって真密度が上昇する傾向が 認められた。

Feldman<sup>5)</sup>によると,乾燥の程度が進むと C-S-H の層間水の吸着水が脱水し,真密度は 2.35g/cm<sup>3</sup>から 2.61g/cm<sup>3</sup>程度まで上昇する。 D-dry 後の真密度としては 2.61±0.01g/cm<sup>3</sup>が示 されており,本研究の結果はほぼ妥当な値であ ると考えられる。

Feldman<sup>5)</sup>は、D-dry によって C-S-H の層間(約 1nm 以下)の水が脱水し、水中質量測定の際に 水が層間に再度可逆的浸入するため真密度が高 く測定されると説明している。本研究では、環 境変化後に全ての試料を D-dry による乾燥を行 った後真密度の測定を行っており、環境変化の 過程で既に真密度が上昇していることとなる。 環境変化における乾燥の過程で、HCP の固体部 分(主に C-S-H)の真比容積が小さくなったこ と、すなわち C-S-H が収縮した可能性が考えら れる。

#### 3.3 固体および空隙の比容積の変化

図-2に、アルキメデス法による HCP の固体 部分(C-S-H)の真比容積と、水銀圧入法で測定さ れる細孔直径 8nm 以上の空隙量との関係を比 較した。乾燥の程度が進むと C-S-H の比容積が 小さくなるとともに,細孔直径 8nm 以上の空隙 量が増加することが分かる。すなわち,水銀圧 入法で測定される細孔直径 8nm 以上の空隙の 増加は,乾燥による C-S-H の収縮に起因するこ とを示すものと考えられる。

次項で、NMR および水蒸気吸着の ESW 解析 から、C-S-H の収縮を検証するとともに、その



メカニズムを明らかにする。

#### 3.4 NMR

<sup>29</sup>Si-NMR では、C-S-H のシリケートアニオン 鎖の構造を示すスペクトルとして、 $Q_0 \sim Q_4$ のピ ークを示すことが知られている。Grimmer<sup>60</sup>によ ると HCP の水和生成物である C-S-H において は、 $Q_1$ (端鎖)、 $Q_2$ (鎖中)が主体であり、 $Q_3$ (分岐鎖)、 $Q_4$ (網目状)は観察されない。Klur ら<sup>70</sup>によると、 $Q_2$ は、 $Q_{2p}$ (H<sup>+</sup>へ配位)、 $Q_{2i}$ (層 間の Ca<sup>2+</sup>イオンに配位)、 $Q_{2Ca}$ (CaO 層に配位) に分離されるが、 $Q_{2i}$ のピーク強度は弱く、 $Q_{2Ca}$ のピークに重なるため分離が困難である。図ー **3**に、これらのピークに相当するシリケートア ニオン鎖の構造の概念図を示した。

図-4に、本研究の<sup>29</sup>Si-NMR(MAS)のスペク トル、図-5に各スペクトルのピーク強度比の 比較を示した。

30℃の乾湿繰返しに関して,35W20に比較し, 35DW30ではQ<sub>0</sub>が減少,Q<sub>1</sub>が増加し,Q<sub>2P</sub>およびQ<sub>2Ca</sub>はほとんど変化が認められなかった。

50<sup>°</sup>Cの乾湿繰返しに関して、35DW50 では  $Q_0$ および  $Q_1$ が減少、 $Q_{2P}$ は変化がなく、 $Q_{2Ca}$ が増 加する傾向が認められた。これは、筆者ら<sup>1)</sup>の 既往の報告と一致した。

50℃の乾燥の影響に関して、35D50では、Q<sub>1</sub> がさらに減少し、Q<sub>2Ca</sub>も他と比較して著しく増 加した。このことから、Q<sub>2Ca</sub>の増加は、乾湿繰 返しのうち乾燥が影響していたことが分かった。 Q<sub>2Ca</sub>の増加に対して、Q<sub>2P</sub>の変化は小さいが、 Q<sub>1</sub>のピーク強度比が大きく減少していたこと から、シリケートアニオン鎖の重合はQ<sub>1</sub>の重合 によるものと考えられる。未反応セメントに相 当するQ<sub>0</sub>は、35DW30、35DW50および35D50 で大差なく、乾燥過程の温度上昇時に残存して いた水分によって未反応セメントの水和が加速 されたことが、Q<sub>2Ca</sub>を増加させた原因とは考え にくい。

#### 3.3 水蒸気吸着等温線と ESW 解析

#### (1) 水蒸気吸着等温線

図-6に,各試料の水蒸気吸着等温線を示した。 35W20に比較して,35DW30,35DW50,35D50 の順で水蒸気吸脱着量が減少した。このことか ら,乾湿繰返しの内乾燥によって,水蒸気吸脱 着量が減少することが分かった。

### (2) ESW モデル解析による比表面積

Adolphs & Setzer<sup>2)-4)</sup>はガス吸着全体を網羅すると共に複層分子吸着も含む吸着等温線を記述する,熱力学に基づいた ESW (Excess Surface Work;  $\Phi$ ) 理論を提案している。 $ESW(\Phi)$ は次式で定義される。

$$\Phi = n_{ads} \cdot \Delta \mu \tag{5}$$

ここで  $n_{ads}$  は吸着量,  $\Delta \mu$ は化学ポテンシャル 変化( $\Delta \mu = RT \ln(P/Ps)$ , T:絶対温度(K), R:ガ ス定数, P/Ps:吸着ガス相対圧)である。吸着量 に対して ESW( $\Phi$ )をプロットすると, 図-6(a) に示すような単分子吸着層に相当する極小値







n<sub>mono</sub>を持つ曲線が得られる。Φはエネルギーの 次元を持ち,単分子吸着の吸着レベルが分かる。 また,(5)式と極小値の関係から,(6)式が導かれ ている。

$$\ln|\Delta\mu| = -\frac{1}{n_{mono}} \cdot n_{ads} + \ln|\Delta\mu_0|$$
(6)

(6)式の傾きから n<sub>mono</sub> が求まり,これに分子 占有面積を乗ずることによって比表面積を求め ることができる。ESW モデルは,微粒子分散系 や多孔体など,分子の吸着状態変化に伴い,比 表面積が変化した場合についても拡張できる<sup>4)</sup>。

$$\ln|\Delta\mu| = -\frac{1}{n_1} \cdot n_{ads} + \ln|\Delta\mu_1|$$
<sup>(7)</sup>

$$\ln|\Delta\mu| = -\frac{1}{n_2} \cdot n_{ads} + \ln|\Delta\mu_2|$$
(8)

ここで、 $n_1$ は $p_1 \le p < p_2$ での吸着量、 $n_2$ は  $p_2 \le p < 1$ での吸着量を示し、これらから、分 子の吸着状態変化に伴う比表面積の変化を求め ることができる。本研究では、比表面積の算出 においては、Brunauer<sup>8)</sup>らが推奨する水分子の 占有面積  $0.114nm^2$ を用いた。

図-7に、ESW モデルの(5)式および(6)式に よるプロットを示した。(5)式によるプロットの 極小値は単分子吸着層の形成を示す。(6)式によ るプロットから、この単分子吸着層を形成する 近傍において、乾燥の程度が進むと屈曲する傾 向が認められた。そこで、(7)式および(8)式から、 単分子吸着層を形成する前後での比表面積を求 めた。結果を表-3に示した。比較として、広 く知られている BET 法による比表面積も示し た。単分子吸着層が形成されるまでの比表面積 ESW(1)は、BET 法による比表面積とよく一致し、 乾燥による比表面積の低下は僅かであった。一 方、複層分子吸着層での比表面積 ESW(2)は、 乾燥に伴い大きく減少した。

# (3) 比表面積とシリケートアニオン鎖の重合の 関係

図-8に、<sup>29</sup>Si-NMR による  $Q_2$ のピーク強度 比に対する比表面積 ESW(1)および ESW(2)の変 化を示した。 $Q_2$  ピーク強度比の増加すなわち, C-S-H のシリケートアニオン鎖の縮重合の進行 に伴い、ESW(1)はほぼ一定の値を示すが、 ESW(2)は大きく減少することが分かる。

松下ら<sup>9</sup>は,層状構造を有する 1.1nm トバモ ライトを主要成分とする ALC の ESW モデル解 析から,層状構造を持つ場合は,(6)式によるプ ロットで単分子吸着層を形成する前後で屈曲点 が認められ,複層分子吸着層での比表面積が低 下することを示している。図-8から分かるよ うに,乾燥によってこの屈曲点が認められるこ とから, C-S-H は層状構造に移行していること





図-8 ESW モデルによるプロット (上;(5)式,下;(6)式)

が推測される。また、図-9からこれがシリケ ートアニオン鎖の縮重合に伴い進行することが 分かる。 アルキメデス法の結果において C-S-H の真密 度が上昇(真比容積が減少)し,同時に水銀圧 入法による細孔直径約 8nm 以上の空隙が増加 したのは,シリケートアニオン鎖の縮重合に伴 う層状構造の形成により C-S-H が密実に凝集し たためと説明できる。今後は,既往の C-S-H の 構造モデルも踏まえ,具体的な C-S-H モデルを 提案する予定である。

#### 4. まとめ

- (1) 乾湿繰返しまたは乾燥による HCP の細孔 径分布の粗大化は,主として乾燥の影響に よるものである。
- (2) 乾燥によって, HCP 中の C-S-H の真密度が 上昇, すなわち C-S-H が収縮する。
- (3) 乾燥によって, HCP 中の C-S-H のシリケー トアニオン鎖の縮重合が進行する。
- (4) 乾燥によって、C-S-Hの複層分子吸着層の
   比表面積が低下する。すなわち、C-S-Hは
   層状構造に移行する。
- (5) 乾燥による HCP の細孔径分布の粗大化は, C-S-H のシリケートアニオン鎖の縮重合と 層状構造形成により,密実に凝集するため と説明できる。

#### 参考文献

- 青野義道ほか:乾湿繰返しによるセメント ペーストの細孔構造変化,コンクリート工 学年次論文集, Vol.28, No.1, pp.731-736, 2006.
- Adolphs, et. al.: A Model to Describe Adsorption Isotherms, J. Colloid Interface Sci., Vol.180, pp.70-76, 1996
- Adolphs, J. et. al.: Energetic Classification of Adsorption Isotherms, J. Colloid Interface Sci., Vol.184, pp.443-448, 1996
- Adolphs, J. et. al.: Description of Gas Adsorption Isotherms on Porous and Dispersed Systems with the Excess Surface Work Model, J. Colloid Interface Sci., Vol.207, pp.349-354, 1998

# 表-3 水蒸気吸着の ESW モデルおよび BET 法による比表面積

ESW(1)	ESW(2)	BET 法
124.8	118.2	133.5
112.5	105.8	118.1
117.7	88.0	113.6
109.6	52.7	107.6
	ESW(1) 124.8 112.5 117.7 109.6	ESW(1)         ESW(2)           124.8         118.2           112.5         105.8           117.7         88.0           109.6         52.7

ESW(1);単分子吸着層形成までの比表面積 ESW(2);単分子吸着層形成以降(複層分子吸着)での比表面積



図-9 ESW モデルによる比表面積と NMR による Q<sub>2</sub> ピーク強度比の関係

- Ramachandran, V.S., Feldman, R.F. and Beaudoin, J.J.: Concrete Science – Treatise on Current Research, Heyden & Son Ltd, pp.8, 1981
- Grimmer, A-R,: Structural investigation of calcium silicates from <sup>29</sup>Si chemical shift measurements, Application of NMR spectroscopy to cement science, Gordon and Breach Science Publishers, pp.113-151, 1994
- Klur, I. et al.: C-S-H Structure Evolution with Calcium Content by Multinuclear NMR, Nuclear Magnetic Resonance Spectroscopy of Cement-Based Materials, Springer, pp.119-141, 1998
- Brunauer, S. et al.: The hydration of tricalcium silicate and β-Dicalcium silicate at room temperature, 4th International Symposium on the Chemistry of Cement, Vol.1, pp.135, 1962
- 松下文明ほか:水蒸気吸着等温線による珪酸カルシウム水和物の細孔構造解析、コンクリート工学年次論文集, Vol.28, No.1, pp.599-604, 2006